INSTYTUT TECHNOLOGII MATERIAŁÓW ELEKTRONICZNYCH

ANALIZA TERMODYNAMICZNA UTLENIANIA METALI TRUDNOTOPLIWYCH I REDUKCJI ICH TLENKÓW

TME

PRACE

1990

http://rcin.org.pl

Zeszyt 32

http://rcin.org.pl

4

La

INSTYTUT TECHNOLOGII MATERIAŁÓW ELEKTRONICZNYCH

Anna DULSKA-WEHR Jacek SENKARA

ANALIZA TERMODYNAMICZNA UTLENIANIA METALI TRUDNOTOPLIWYCH I REDUKCJI ICH TLENKÓW

KOLEGIUM REDAKCYJNE

WIESŁAW MARCINIAK (redaktor naczelny), ANDRZEJ JAKUBOWSKI, ANDRZEJ JELEŃSKI (z-ca redaktora naczelnego), JAN KOWALCZYK, ZDZISŁAW LIBRANT, BOHDAN PASZKOWSKI, ANDRZEJ SZYMAŃSKI, ROMUALD WADAS, WŁADYSŁAW K. WŁOSIŃSKI, ELEONORA JABRZEMSKA (sekretarz redakcji)

Adres Redakcji

INSTYTUT TECHNOLOGII MATERIAŁÓW ELEKTRONICZNYCH ul. Wólczyńska 133, 01-919 Warszawa

Telefony

 34 86 10
 — redaktor naczelny

 35 30 11 w. 105, 456
 — z-ca redaktora naczelnego

 35 30 11 w. 108
 — sekretarz redakcji

PL ISSN 0209-0066

Anna DULSKA-WEHR, Jacek SENKARA – "Analiza termodynamiczna utleniania metali trudnotopliwych i redukcji ich tlenków"

W pracy rozważano procesy utleniania metali trudnotopliwych VB i VIB grupy układu okresowego oraz możliwości redukcji ich tlenków z punktu widzenia termodynamiki fenomenologicznej. Na podstawie danych termochemicznych obliczono potencjały termodynamiczne reakcji dysocjacji tlenków i ich redukcji wodorem, a także analizowano procesy parowania i rozkładu tlenków w próżni. W dyskusji wyników sformułowano wytyczne dla prowadzenia procesów technologicznych z udziałem ww. metali.

Anna DULSKA-WEHR, Jacek SENKARA

"Thermodynamical analysis of oxidation of refractory metals and reduction of their oxides"

The paper discusses the oxidation processes of metals from VB and VIB periodic table group as well as the possibilities of reduction of their oxides, from the thermodynamical point of view. On the basis of thermochemical data both the thermodynamical potentials of oxides dissotiation and their reduction with hydrogen have been calculated. The vaporisation and decomposition processes in vacuum have also benn analysed. Basing on the discussion of results the directions for technological processes with the presence of afore-mentioned metals have been formulated.

Анна ДУЛЬСКА-ВЕХР, Яцек СЕНКАРА

"Термодинамический анализ окисления тугоплавких металлов и восстановления их окислов"

В работе рассмотрены процессы окисления тугоплавких металлов Vб и VIб групп периодической системы и возможности восстановления их окислов с точки зрения феноменологической термодинамики. Базируя на термохимических данных рассчитаны термодинамические потенциалы реакции дисоциации окислов и их восстановления водородом. Анализированы тоже процессы отпарирования и распада окислов в вакууме. В дисскусии результатов сформулированы директивы ведения технологических процессов с участием вышеупомянутых металлов.

WYKAZ OZNACZEŃ

а	- aktywność termodynamiczna
n	- liczba moli substancji
p	- ciśnienie
C _p	- ciepło właściwe pod stałym ciśnieniem
G	- entalpia swobodna
н	- entalpia
к	- stała równowagi reakcji
R	- stała gazowa
S	- entropia
T	- temperatura K
V	- objętość
L, L ₁ ,	L ₂ - stan ciekły
α,β, δ	r,δ - roztwór stały
Δ	- suma algebraiczna, przyrost
μ	- potencjał chemiczny
T	- iloczyn
Σ	- suma

INDEKSY:

1	– stan ciekły
s	- stan stały
v	- stan gazowy
0	– stan standardowy
p	- przemiana alotropowa
t	- topnienie
W	- wrzenie

1. WSTEP

W wielu dziedzinach techniki stosowane są metale trudnotopliwe VB i VIB grupy układu okresowego: V, Nb i Ta oraz Cr, Mo i W, ze względu na szereg atrakcyjnych własności. Są stosowane zarówno w postaci czystej, jako jedna z faz materiałów kompozytowych lub jako dodatki stopowe. Charakterystyczną ich cechą jest także duże powinowactwo chemiczne do tlenu, nastręczające wiele kłopotów technologicznych.

W przeważającej większości procesów inżynierii materiałowej i metalurgii mamy do czynienia z oddziaływaniem międzyfazowym. Ważnym wymogiem jest wówczas brak warstewek tlenkowych na powierzchniach kontaktu. W niniejszej pracy przedyskutowano możliwości spełnienia tego warunku z punktu widzenia termodynamiki fenomenologicznej. Praca nie stawia sobie za cel podania warunków rafinacji metali trudnotopliwych od tlenu (rafinacji objętościowej), ale określenie atmosfery i parametrów stanu układu, dla których w procesie technologicznym będzie zapewniona czysta, wolna od tlenków, powierzchnia metali trudnotopliwych. Jest to równoznaczne z usunięciem warstewek tlenkowych, które zawsze znajdują się na powierzchni metali oraz brakiem utleniania w trakcie samego procesu.

Analizę przeprowadzono w oparciu o dostępne dane termochemiczne, z punktu widzemia równowagi reakcji utleniania metali i redukcji ich tlenków. W związku z tym określa ona jedynie kierunek przebiegu procesów w układzie dążącym do równowagi, nie może natomiast przewidywać ich kinetyki. Wymaga ona praktycznej weryfikacji dla konkretnych warunków technologicznych.

2. METALE TRUDNOTOPLIWE I ICH TLENKI

Za trudnotopliwe uważa się formalnie metale o temperaturze topnienia przewyższającej T_t żelaza (1808 K). Należą do nich między innymi pierwiastki położone w grupach VB i VIB układu okresowego: V, Nb i Ta oraz Cr, Mo i W (rys. 2.1).

Należą one do metali przejściowych, dla których charakterystyczna jest stopniowa zabudowa elektronami d podpowłoki poprzedzającej najbardziej zewnątrzną powłokę ich atomów. Konfiguracja elektronowa (rozkład gęstości prawdopodobieństwa znalezienia elektronu opisany główną i poboczną liczbą kwantową) atomów omawianych pierwiastków jest przedstawiona w tab. 1. Jest ona odpowiedzialna za wysoką energię wiązań implikującą wysoką temperaturę topnienia. Jak łatwo zauważyć z rys. 2.1. temperatura topnienia omawianych metali wzrasta od lewej do prawej w szeregach poziomych (za wyjątkiem temperatur topnienia V i Cr, przy czym temperatura topnienia chromu jest tylko o 60 stopni niższa niż wanadu) i z góry na dół w grupach.

Wszystkie omawiane metale, podobnie jak i inne przejściowe, są elektrododatnio dwuwartościowe, co wynika z obsadzenia zewnętrznej powłoki dwoma elektronami (s²). Wyjątkiem od tej reguły są Cr, Nb i Mo, dla których jeden z elektronów powłoki s wchodzi w poziom d, uzupełniając jego obsadę. Charakterystyczną cechę metali obu grup stanowi fakt, iż pod względem energetycznym poziomy d powłoki przedostatniej są tylko nieco wyższe od poziomów s powłoki zewnętrznej. Elektrony d i s mogą być zatem uważane za elektrony walencyjne, powodujące wystąpienie wartościowości większej od +2, przy czym może ona być co najwyżej równa numerowi grupy.

http://rcin.org.pl





Rys. 2.1. Metale grup VB i VIB układu okresowego

Tabela	11.	Struktura	elektronowa	atomów	metali	trudnotopliwych	grup	VB	1	VIB
--------	-----	-----------	-------------	--------	--------	-----------------	------	----	---	-----

-		Liczba	Konfiguracja elektronowa							
Grupa	Symbol	atomowa	K	L	м	N	0	P		
VB	V Nb Ta	23 41 73	15 ² 15 ² 15 ²	2s ² 2p ⁶ 2s ² 2p ⁶ 2s ² 2p ⁶	3s ² 3p ⁶ 3d ³ 3s ² 3p ⁶ 3d ¹⁰ 3s ² 3p ⁶ 3d ¹⁰	$4s^{2}$ $4s^{2}4p^{6}4d^{4}$ $4s^{2}4p^{6}4d^{10}4f^{14}$	58 ¹ 58 ² 5p ⁶ 5d ³	63 ²		
VIB	Cr Mo W	24 42 74	15 ² 15 ² 15 ²	2s ² 2p ⁶ 2s ² 2p ⁶ 2s ² 2p ⁶	^{3s²3p⁶3d⁵ 3s²3p⁶3d¹⁰ 3s²3p⁶3d¹⁰}	$4s^{1}$ $4s^{2}4p^{6}4d^{5}$ $4s^{2}4p^{6}4d^{10}4t^{14}$	5s ¹ 5s ² 5p ⁶ 5d ⁴	6s ²		

Źródło: "Struktura materii. Poradnik encyklopedyczny" PWN, Warszawa 1980

2.1. Układy równowag fazowych metal-tlen

W niniejszym rozdziale przedstawiono układy równowagi fazowej metale trudnotopliwe – tlen, ze szczególnym uwzględnieniem stabilnych tlenków w fazie skondensowanej. Zebrane informacje stanowią punkt wyjścia do obliczeń w następnych rozdziałach.

http://rcin.org.pl

Przeglądu dokonano przede wszystkim w oparciu o dostępne monografie i tablice danych termodynamicznych: Kubaschewskiego i Alcocka [8, 9], Hansena i Anderki z późniejszymi suplementami [15], Barina i innych [10], Nedomy i współpracowników [11, 12], a także IV tomu encyklopedii "Termodinamičeskije svojstva individualnych vieszczestv" [13] oraz poradnika Samsonowa [14]. Uwzględniono również, w miarę możliwości, pojedyncze artykuły w czasopismach. Należy w tym miejscu zaznaczyć, iż wiele zagadnień pozostaje nadal niedostatecznie wyjaśnionych, a dostępne dane są niejednokrotnie niepełne, dyskusyjne lub wręcz sprzeczne ze sobą. Znaczne obszary układów równowagi fazowej metale – tlen są niepewne albo niezbadane.

Tlenki omawianych trudnotopliwych metali przejściowych należą do grupy związków chemicznych o składzie zmiennym w szerszym lub węższym zakresie (bertolidy). Wynika to przede wszystkim z faktu, iż w kryształach jonowych, w których kationy odznaczają się zmienną wartościowością przy małych różnicach kolejnych potencjałów jonizacyjnych, następuje proces generacji defektów punktowych. Polega on na wbudowaniu do struktury dodatkowych jonów tlenu z równoczesnym powstawaniem wakancji kationowych i zwiększeniem wartościowości o jedność dla dwóch kationów na każdy wbudowany jon tlenu. Możliwe są również procesy odwrotne.

Należy także zauważyć, iż istnieją problemy eksperymentalne, związane z określaniem, czy przypadkiem obszar homogeniczności związku niestechiometrycznego nie odpowiada w rzeczywistości szeregowi faz stechiometrycznych o zbliżonych wzorach.

Dane termochemiczne metali trudnotopliwych i tlenków zestawiono w Załączniku.

Układ tlen - wanad

Układ równowagi fazowej O-V jest układem złożonym i nie opracowanym do końca, a przy tym różne jego fragmenty są przedstawiane w literaturze w odmiennych wariantach. Krytyczne przegląd prac do roku 1958 można znaleźć w [15].

Na rys. 2.2 przedstawiono fragmenty układu według nowszych badań [16, 17], chociaż znane są odmienne, równoległe wersje, np. [18]. Na ogół nie spotyka się jednak znaczących różnic poglądów na charakter wykresu równowagi w przedziale temperatur 400–1200 K.

Znanych jest kilka tlenków wanadu. Do najbardziej stabilnych w stanie skondensowanym, a więc istotnych z naszego punktu widzenia, należą: VO, V₂O₃, VO₂ i V₂O₅. Znane są również mało stabilne subtlenki: V₃O, V₄O i V₂O, a także ciągi tlenków typu V_nO_{2n-1} (gdzie 3 \leq n \leq 10) lub V_mO_{m+1} (m = 2, 3, 6). Większość z nich charakteryzuje się określonym obszarem homogeniczności; stosunek tlenu do wanadu waha się w pewnych granicach, co wynika z tworzenia się wtórnych roztworów w fazie stałej na bazie sieci krystalicznej danego tlenku (tab. 2).

Rozpuszczalność tlenu w wanadzie jest stosunkowo duża i wynosi ok. 3% at. w temperaturze otoczenia, natomiast w temperaturze 1938 K sięga 17%. Zakres fazy β o sieci tetragonalnej odpowiada zakresowi istnienia subtlenków [16].

W obliczeniach uwzględniono tlenki VO, V₂O₃, VO₂ i V₂O₅.



a)



Rys. 2.2. Fragmenty układu równowagi fazowej O-V:

- a) zakres 0 55% at. 0, [16],
- b) zakres 65 71% at. 0, [17]

Tabela 2. Obszar homogeniczności stabilnych tlenków wanadu w fazie stałej [13]

TLKJ

Tlenek	% at. 0 ₂	Obszar homogeniczności [% at. 0 ₂]
VO	50,00	46,23 - 55,34
V203	60,00	58,33 - 60,78
V02	66,67	64,40 - 66,67
V205	71,40	71,10 - 71,40

b)

Układ niob - tlen

Do najbardziej stabilnych i zbadanych tlenków niobu należą: NbO, NbO₂ i Nb₂O₅. Są to tlenki o wąskim obszarze homogeniczności, zawartym odpowiednio w granicach NbO_{0,94} - $- NbO_{1,04}$, $NbO_{1,94} - NbO_{2,09}$ i $Nb_2O_{4,485} - Nb_2O_{5,0}$.

W literaturze spotykane są ponadto informacje o istnieniu subtlenków o wzora⁴ Nb₂O, Nb₄O i Nb₆O, oraz o grupie tlenków wyższego rzędu: Nb₂O₃, Nb₁₂O₂₉, Nb₁₉O₄₆, Nb₂₂O₆₂, Nb₄₇O₁₁₆, Nb₅₃O₁₃₂ [13].

Charakterystyczną cechą układu równowagi, który przedstawiono na rys. 2.3 [14], jest istnienie granicznego roztworu stałego α tlenu w niobie. Rozpuszczalność ta maleje wraz z temperaturą.

W obliczeniach uwzględniono tlenki NbO, NbO₂ i Nb₂O₅.

Układ tantal - tlen

Podstawowym tlenkiem tantalu jest Ta₂0₅. Obszar jego homogeniczności nie jest określony z dostateczną precyzją, prawdopodobnie zamyka się on w granicach Ta₂0_{4,7} – - Ta₂0_{5,0} [13]. Wysokotemperaturowa część wykresu przedstawiona jest na rys. 2.4 wg [19]. Podobnie jak dla innych metali z tej grupy istnieje graniczna rozpuszczalność tlenu w sieci krystalicznej tantalu.

Do mało znanych, hipotetycznych tlenków tantalu należą subtlenki Ta₄O i Ta₂O, a także tlenki występujące w fazie gazowej: TaO, Ta₂O₃ i TaO₂.

W pracy wzięto pod uwagę jedynie Ta₂0₅.

Układ chrom - tlen

W stanie skondensowanym jedynym stabilnym tlenkiem jest Cr_2O_3 . W literaturze brak jest danych o odstępstwach od składu stechiometrycznego tego związku, należy więc przyjąć, iż są one nieznaczne. W wyższych temperaturach istnieje faza Cr_3O_4 o strukturze spinelu. Znane są także związki mało stabilne w stanie skondensowanym: Cr_3O_4 , CrO, Cr_2O_5 , $\operatorname{Cr}_5O_{15}$, $\operatorname{Cr}_8O_{21}$, $\operatorname{Cr}_8O_{12}$ i być może Cr_3O_8 [13]. Dla kilku z nich w tablicach [10] podano wartości funkcji termodynamicznych, w związku z czym uwzględniono w obliczeniach także tlenki Cr_2O_2 , $\operatorname{Cr}_8O_{12}$, obok najlepiej poznanego Cr_2O_3 .

Układ równowagi fazowej według [15] przedstawiono na rys. 2.5.

Układ molibden - tlen

Układ równowagi fazowej Mo-O wg [20] przedstawia rys. 2.6. Pomimo występowania na wykresie szeregu tlenków w stanie skondensowanym, w zasadzie tylko dwa z nich – MoO_2 i MoO_3 – zostały przebadane w dostateczny sposób. Zakres ich homogeniczności jest stosunkowo wąski i według różnych źródeł waha się w granicach $MoO_{1,93}$ – $MoO_{2,10}$ oraz $MoO_{2,95}$ – MoO_3 [13].

Znane są również inne tlenki w stanie krystalicznym, jednak bardzo słabo zbadane: Mo_2O_5 , Mo_4O_{11} , Mo_9O_{26} . Molibden, podobnie jak i wolfram może tworzyć w wyniku polimeryzacji całe ciągi tlenków, których stechiometria jest wielokrotnością tlenków podstawowych, np. Mo_2O_6 , Mo_3O_9 , Mo_4O_{12} , Mo_5O_{15} [13, 14]. Spotykane są także informacje o istnieniu subtlenków Mo_3O i MoO.

Cechą charakterystyczną układu jest brak rozpuszczalności tlenu w molibdenie.

W dostępnych źródłach natrafiono tylko na dane termodynamiczne odnoszące się do MoO_3 i MoO_2 i rozpatrzono tylko te dwa tlenki.

Układ tlen - wolfram

Wolfram tworzy z tlenem dwa stabilne tlenki w stanie skondensowanym: WO₂ i WO₃. Prawdopodobnie mają one ściśle stechiometryczny stosunek atomów obu składników. Podawane przez niektóre źródła zakresy stężeń:

- dla WO₂; WO_{1.95} WO_{2.04} [13],
- dla WO₃; WO_{2.9} WO_{3.0} [13]

wynikają z istnienia wyższych, polimorficznych tlenków. I tak tlenek o wzorze WO_{2,90} jest w rzeczywistości tlenkiem o wzorze W₂₀0₅₈, WO_{2,95} – tlenkiem W₄₀0₁₁₈, a WO_{2,96} –





- $W_{50}O_{148}$ [15]. Podobny charakter mają prawdopodobnie także $WO_{2,97}$ i $WO_{2,98}$. Wolfram bowiem może tworzyć całe ciągi tlenków typu W_nO_{3n-1} i W_nO_{3n-2} [21].

Do hipotetycznych, dyskusyjnych tlenków wolframu należy zaliczyć subtlenek W_30 , a także występujące w stanie gazowym WO, W_20_6 , W_30_9 , W_40_{12} , W_30_8 .

Podobnie jak dla innych metali z tej grupy, wykres równowagi fazowej od strony wolframu nie zawiera obszaru granicznego roztworu stałego 0 – W (rys. 2.7 wg [14]). Obliczenia przeprowadzono dla tlenków WO₂ i WO₃.

3. PODSTAWY TEORETYCZNE

3.1. Kryterium termodynamiczne reakcji utleniania i redukcji

Kryterium termodynamicznym samorzutnego przebiegu reakcji chemicznej pomiędzy składnikami układu w stałej temperaturze i pod stałym ciśnieniem jest:

$$\Delta G_{t} < 0$$
 p, T = const (3.1)

Entalpia swobodna reakcji 🖉 G_T jest równa różnicy entalpii swobodnej produktów i substratów:

$$\Delta G_{t} = \sum_{i=1}^{m_{1}} G_{i(prod.)} - \sum_{i=1}^{m_{2}} G_{j(substr.)}$$
(3.2)
http://rcin.org.pl

W stanie równowagi Δ G_T = 0, natomiast jej dodatnia wartość oznacza przebieg w kierunku przeciwnym (produkty – substraty).

Z punktu widzenia celu niniejszej pracy, interesujące będą warunki, dla których równowagi reakcji rozkładu tlenków i ich redukcji będą przesunięte w prawo:

$$Me_{x}O_{y} = Me_{x}O_{(y-a)} + a/2 O_{2}$$
(3.33)

$$Me_{v}O_{z} = v Me + z/2 O_{2}$$
 (3.44)

$$Me_x O_y + y H = x Me + y H_2 0$$
 (3.55)

Zgodnie z powyższym będzie to miało miejsce dla ujemnych wartości potencjałów terrmodynamicznych tych reakcji. W przypadku, gdy kryterium (3.1) nie będzie spełnione (Δ G_T \geq 0), należy rozpatrzyć dodatkowy warunek, związany ze składem fazy gazowej nnad środowiskiem reakcji. Bowiem w przypadku, gdy w procesie technologicznym stosowany jest przepływ wodoru lub też odbywa się on pod obniżonym ciśnieniem przy pracującej pompie próżniowej, mamy do czynienia z ciągłym usuwaniem gazowych produktów reakcji.. Równowaga nie będzie wówczas mogła być osiągnięta i będzie nadal zachodzić redukcja lub dysocjacja tlenków, aż do ich wyczerpania. Warunkiem takiego procesu jest jednakk odpowiednio niskie ciśnienie parcjalne pary wodnej w wodorze i tlenu w próżni. Kryteerium termodynamiczne przybierze wówczas postać:

$$P_{H_0} P_{reakcji} > (\bar{P}_{H_0})_{wodór}$$
(3.66)

dla przypadku redukcji wodorem (reakcja (3.3)) lub dla procesu dysocjacji termicznejj tlenku w próżni (reakcja (3.4)):

$$p_{0_2}^{(2)}$$
reakcji > $(\bar{p}_{0_2}^{(2)})$ próżnia (3.77)

(3.88)

(3.97)

 P_{H_20} i P_{0_2} reakcji są tutaj równowagowymi prężnościami produktów reakcji w danej temmperaturze, a \bar{p}_{H_20} i \bar{p}_{0_2} parcjalnymi prężnościami tych gazów w wodorze lub próżni.

Procesy utleniania metali trudnotopliwych, dysocjacji termicznej i redukcji ich tlenków zaliczyć można do reakcji heterogenicznych, w których uczestniczą substraty A i produkty B, mogące znajdować się zarówno w fazie skondensowanej jak i gazowej:

$$\sum_{i=1}^{n_1} (k_{A_i} A_i)_{gaz.} + \sum_{i=1}^{n_2} (k_{A_i} A_i)_{skond.} = \sum_{i=1}^{n_3} (k_{B_i} B_i)_{gaz.} + \sum_{i=1}^{n_4} (k_{B_i} B_i)_{skond.}$$

Stała równowagi tego typu reakcji może być zapisana w postaci:

$$K = \frac{ \prod_{i=1}^{n_3} (a_{B_i}^{k_{B_i}}) \text{gaz.} \cdot \prod_{i=1}^{n_4} (a_{B_i}^{k_{B_i}}) \text{skond.} }{ \prod_{i=1}^{n_1} (a_{A_i}^{k_{A_i}}) \text{gaz.} \cdot \prod_{i=1}^{n_2} (a_{A_i}^{k_{A_i}}) \text{skond.} }$$

$$\frac{1}{\text{http://rcin.org.pl}}$$

gdzie k_i oznaczają współczynniki stechiometryczne. Jest to najbardziej ogólny zapis. Dla niezbyt wysokich ciśnień można przyjąć upraszczające założenie a_i = p_i, słuszne cdla składników doskonałych mieszanin gazowych. Stała równowagi będzie wówczas równa:

$$K = \frac{\prod_{i=1}^{n_{3}} (p_{B_{i}}^{k_{B_{i}}}) \cdot \prod_{i=1}^{n_{4}} (\alpha_{B_{i}}^{k_{B_{i}}}) \text{ skond.}}{\prod_{i=1}^{n_{1}} (p_{A_{i}}^{k_{A_{i}}}) \cdot \prod_{i=1}^{n_{2}} (\alpha_{A_{i}}^{k_{A_{i}}}) \text{ skond.}}$$
(3.10)

- W przypadku, gdy fazy skondensowane nie tworzą roztworów, aktywności składników bęcdą równe jedności. Jak widzieliśmy poprzednio (rozdział 2), warunek ten jest spełniorny dla układów metale grupy VI B - tlenki, natomiast dla metali grupy V B założenie tto może być przyjęte z dobrym przybliżeniem. W tym przypadku:

$$\zeta = \frac{\frac{n_{3}}{\int I(p_{B_{i}}^{k_{B_{i}}})}{\frac{n_{1}}{\int I(p_{A_{i}}^{k_{A_{i}}})}}$$
(3.11)

Zależność (3.11) dla rozważanych w pracy reakcji typu (3.3), (3.4) i (3.5) przyjmie więc odpowiednio postać:

$$K_{(3,3)} = \rho_{0_2}^{a/2}$$
 (3.12)

$$K_{(3.4)} = p_{0_2}^{\mathbb{Z}/2}$$
(3.13)

$$K_{(3.5)} = \frac{p_{H_2}^y}{p_{H_2}^y}$$
(3.14)

Znajomość wartości stałej K umożliwia obliczenie równowagowych prężności par gazowych reagentów z układu równań:

$$\begin{cases} \Delta G_{T}^{0} = -RT \ln K \\ \Sigma P_{i} = p \end{cases}$$
(3.15)

przy czym pierwsze z nich jest zapisem tzw. izotermy van t Hoffa, a drugie prawem [Daltona. A zatem znajomość wartości potencjału termodynamicznego reakcji i ciśnienia ccałkowitego umożliwia określenie stanu równowagi i kierunku przebiegu procesu w układzie przy danych parametrach.

W następnych częściach pracy przedstawiono wyniki obliczeń $\varDelta G_T^0$ reakcji rozkładu wszystkich skondensowanych tlenków metali trudnotopliwych grup VB i VIB układu okresowego przy ciśnieniu 1,01 x 10⁵ Pa (1 atm) w szerokim zakresie temperatur. Analogiczne obliczenia przeprowadzono dla procesów redukcji tych tlenków wodorem. W przypadku miespełnienia warunku (3.1) obliczono równowagowy skład fazy gazowej nad środowiskiem http://rcin.org.pl

reakcji, wykorzystując układ równań (3.15). Stosowano wówczas kryterium (3.6).

Przypomnijmy w tym miejscu, iż wartości Δ G_T w funkcji temperatury mogą być wyznaczane kilkoma metodami.

Pierwszą z nich jest wykorzystanie zależności Kubaschewskiego, który w oparciu o dostępne wyniki eksperymentalne aproksymował funkcję ΔG_T^0 (T) wzorem:

$$\Delta G_{T}^{0} = A + BT1gT + CT$$
(3.16)

gdzie A, B i C są stałymi publikowanymi w tablicach termodynamicznych. Zależność (3.16) umożliwia wyznaczenie przybliżonej wartości entalpii swobodnej z zadawalającą dla praktyki technologicznej dokładnością, w przypadku gdy znane są współczynniki wzoru.

W przypadku, gdy rozważana reakcja może być przedstawiona w postaci sumy innych reakcji, dla których znane są wartości Δ G_T, jej potencjał termodynamiczny jest sumą potencjałów termodynamicznych reakcji prostszych. Na przykład redukcji tlenku MeO wodorem:

$$Me0 + H_2 = Me + H_20$$
 (3.17)

może być potraktowana jako suma reakcji:

$$Me0 = Me + 1/2 0_{2}$$
(3.18)

$$_2 + 1/2 \ 0_2 = H_2 0$$
 (3.19)

A zatem jej potencjał termodynamiczny będzie równy:

$$\Delta G_{T(3.17)} = \Delta G_{T(3.18)} + \Delta G_{T(3.19)}$$
(3.20)

Dokładną metodą obliczania entalpii swobodnej reakcji w danej temperaturze jest wykorzystanie zależności:

$$\Delta G_{T} = \Delta H_{T} - T \Delta S_{T}$$
(3.21)

gdzie Δ H_T i Δ S_T są odpowiednio różnicą entalpii oraz entropii produktów i substratów w temperaturze T. Wartości H_T i S_T reagentów określa się na podstawie wartości w stanie standardowym (T = 298 K), oraz znajomości ich molowego ciepła właściwego pod stałym ciśnieniem Cp dodając w przypadku przemian fazowych odpowiednią poprawkę. Wzór (3.21) przyjmie więc ostatecznie formę:

$$\Delta G_{T} = \Delta H_{298} + \Sigma \Delta H_{(przem.)} + \int_{298}^{T} \Delta Cp \, dT - T(\Delta S_{298} + \Sigma \Delta S_{(przem.)} + \int_{298}^{T} \Delta Cp \, dT - T(\Delta S_{298} + \Sigma \Delta S_{(przem.)}) + \int_{298}^{T} \Delta Cp \, dT - T(\Delta S_{298} + \Sigma \Delta S_{(przem.)}) + \int_{298}^{T} \Delta Cp \, dT - T(\Delta S_{298} + \Sigma \Delta S_{(przem.)}) + \int_{298}^{T} \Delta Cp \, dT - T(\Delta S_{298} + \Sigma \Delta S_{(przem.)}) + \int_{298}^{T} \Delta Cp \, dT - T(\Delta S_{298} + \Sigma \Delta S_{(przem.)}) + \int_{298}^{T} \Delta Cp \, dT - T(\Delta S_{298} + \Sigma \Delta S_{(przem.)}) + \int_{298}^{T} \Delta Cp \, dT - T(\Delta S_{298} + \Sigma \Delta S_{(przem.)}) + \int_{298}^{T} \Delta Cp \, dT - T(\Delta S_{298} + \Sigma \Delta S_{(przem.)}) + \int_{298}^{T} \Delta Cp \, dT - T(\Delta S_{298} + \Sigma \Delta S_{(przem.)}) + \int_{298}^{T} \Delta Cp \, dT - T(\Delta S_{298} + \Sigma \Delta S_{(przem.)}) + \int_{298}^{T} \Delta Cp \, dT - T(\Delta S_{298} + \Sigma \Delta S_{(przem.)}) + \int_{298}^{T} \Delta Cp \, dT - T(\Delta S_{298} + \Sigma \Delta S_{(przem.)}) + \int_{298}^{T} \Delta Cp \, dT - T(\Delta S_{298} + \Sigma \Delta S_{(przem.)}) + \int_{298}^{T} \Delta Cp \, dT - T(\Delta S_{298} + \Sigma \Delta S_{(przem.)}) + \int_{298}^{T} \Delta Cp \, dT - T(\Delta S_{298} + \Sigma \Delta S_{(przem.)}) + \int_{298}^{T} \Delta Cp \, dT - T(\Delta S_{298} + \Sigma \Delta S_{(przem.)}) + \int_{298}^{T} \Delta Cp \, dT - T(\Delta S_{298} + \Sigma \Delta S_{(przem.)}) + \int_{298}^{T} \Delta Cp \, dT - T(\Delta S_{298} + \Sigma \Delta S_{(przem.)}) + \int_{298}^{T} \Delta Cp \, dT - T(\Delta S_{298} + \Sigma \Delta S_{(przem.)}) + \int_{298}^{T} \Delta Cp \, dT - T(\Delta S_{298} + \Sigma \Delta S_{(przem.)}) + \int_{298}^{T} \Delta Cp \, dT - T(\Delta S_{298} + \Sigma \Delta S_{(przem.)}) + \int_{298}^{T} \Delta Cp \, dT - T(\Delta S_{298} + \Sigma \Delta S_{(przem.)}) + \int_{298}^{T} \Delta Cp \, dT - T(\Delta S_{298} + \Sigma \Delta S_{(przem.)}) + \int_{298}^{T} \Delta Cp \, dT - T(\Delta S_{298} + \Sigma \Delta S_{(przem.)}) + \int_{298}^{T} \Delta Cp \, dT - T(\Delta S_{298} + \Sigma \Delta S_{(przem.)}) + \int_{298}^{T} \Delta Cp \, dT + T(\Delta S_{298} + \Sigma \Delta S_{(przem.)}) + \int_{298}^{T} \Delta Cp \, dT + T(\Delta S_{298} + \Sigma \Delta S_{(przem.)}) + \int_{298}^{T} \Delta Cp \, dT + T(\Delta S_{298} + \Sigma \Delta S_{(przem.)}) + \int_{298}^{T} \Delta Cp \, dT + T(\Delta S_{298} + \Sigma \Delta S_{(przem.)}) + \int_{298}^{T} \Delta Cp \, dT + T(\Delta S_{298} + \Sigma \Delta S_{(przem.)}) + \int_{298}^{T} \Delta Cp \, dT + T(\Delta S_{298} + \Sigma \Delta S_{(przem.)}) + \int_{298}^{T} \Delta Cp \, dT + T(\Delta S_{298} + \Sigma \Delta S_{(przem.)}) + \int_{298}^{T} \Delta Cp \, dT + T(\Delta S_{298} + \Sigma \Delta S_{(przem.)}) + \int_{298}^{T} \Delta Cp \, dT + T(\Delta S_{2$$

gdzie $\Sigma \Delta$ H_(przem.) i $\Sigma \Delta$ S_(przem.) są odpowiednio sumą algebraiczną ciepła i entropii przemian fazowych reagentów w przedziale temperatur 298 – T.

Obliczenie całek we wzorze (3.22) umożliwia zaproponowana przez Kelley a zależność Cp od temperatury w postaci:

$$Cp = a + bT + cT^{-2} + dT$$
 (3.23)
http://rcin.org.pl

której współczynniki a, b, c i d są publikowane dla różnych substancji. Całki te będą równe odpowiednio:

$$\int_{298}^{T} \frac{\Delta Cp}{T} dT = \Delta a \ln \frac{T}{298} + \Delta b(T-298) + \frac{\Delta C}{2} \cdot \frac{T^2 - 298^2}{T^2 \cdot 298^2} + \frac{\Delta d}{2} (T^2 - 298^2) \quad (3.24)$$

$$\int_{298}^{1} \Delta CpdT = \Delta a(T-298) + \frac{\Delta b}{2} (T^2-298^2) + \Delta c \frac{T-298}{T\cdot298} + \Delta d \frac{T^3-298^3}{3}$$
(3.25)

gdzie Δ a, Δ b, Δ ci Δ d są algebraiczną sumą współczynników we wzorze (3.23) dla wszystkich reagentów.

Ostatnią z przedstawionych metod obliczania Δ G $_{r}$ zastosowano w niniejszej pracy.

3.2. Termodynamika procesów próżniowych

Usuwanie tlenków z powierzchni metalu w trakcie procesu prowadzonego przy obniżonym ciśnieniu może przebiegać dwiema drogami, poprzez:

- dysocjację termiczną,
- odparowanie tlenków.

Rozpatrzmy zagadnienie równowagi reakcji rozkładu tlenków (3.3) i (3.4) pod obniżonym ciśnieniem. Zastosowanie próżni powoduje dwojakie skutki w rozpatrywanym układzie heterofazowym z przebiegającą reakcją chemiczną:

- a) zmienia potencjał termodynamiczny tej reakcji,
- b) obniża parcjalną prężność tlenu w otaczającej atmosferze.

Zależność funkcyjną G = G(p, T) pomiędzy entalpią swobodną układu i parametrami jego stanu przedstawia wyrażenie:

$$dG = -S dT + V dp$$
 (3.26)

Z (3.26) wynikają wprost związki:

$$\left(\frac{dG}{dp}\right)_{T} = V$$
 (3.27)

$$\left(\frac{d \Delta G}{dp}\right)_{T} = \Delta V$$
(3.28)

Kryterium termodynamicznym samorzutnego przebiegu procesu jest oczywiście d(Δ G) < 0, co dla warunków izotermicznych (T = const.) odpowiada nierówności:

$$(\Delta V) dp < 0$$
 (3.29)

A zatem w przypadku wzrostu objętości w wyniku przebiegającej reakcji, przesunięcie równowagi w prawo (kierunek substraty — produkty) nastąpi przy obniżeniu ciśnienia (dp < 0). Jest to zgodne z zasadą Le Chatelier´a, która mówi, iż jeśli w rozpatrywanym układzie ulegnie zmianie jeden z parametrów intensywnych, to nastąpi przesunięcie równowagi w kierunku sprzyjającym częściowemu zniweczeniu wywołanej zmiany. A zatem zastosowanie próżni (obniżenie ciśnienia) intensyfikuje procesy związane ze zwiększeniem objętości.

http://rcin.org.pl

Ma to właśnie miejsce w reakcjach typu (3.3) i (3.4) rozkładu tlenków, gdzie objętość układu wzrasta bardzo wyraźnie w wyniku przejścia:

faza skondensowana (1) - faza skondensowana (2) + faza gazowa.

Można przyjąć w tym przypadku, zaniedbując różnicę objętości obu faz skondensowanych, iż przyrost objętości Δ V układu wynika wyłącznie z pojawienia się fazy gazowej:

$$V \cong \Delta V_{(gaz.)} = \frac{RT}{p} n_{(gaz.)}$$
 (3.30)

gdzie n_(gaz.) jest liczbą moli tej fazy.

Po podstawieniu (3.30) do (3.28) i scałkowaniu w granicach od p₁ do p₂, otrzymujemy wyrażenie na zmianę potencjału termodynamicznego reakcji dysocjacji termicznej tlenków pod wpływem zmiany ciśnienia w układzie:

$$\Delta G_{T} (p_{2}) - \Delta G_{T} (p_{1}) = RT n_{(gaz.)} \ln (p_{2}/p_{1})$$
(3.31)

W odniesieniu do stanu standardowego ($p_1 = 1$ atm) jako stanu wyjściowego i po oznaczeniu $p_2 = p$, powyższa zależność przyjmuje postać:

$$\Delta G_{T} = \Delta G_{T}^{0} + RT n_{(gaz.)} \ln p \qquad (3.32)$$

Zależność tę wykorzystano w obliczeniach w dalszej części pracy.

Kryterium termodynamicznym reakcji rozkładu tlenków w próżni jest zależność (3.1), natomiast dla przypadku gdy nie będzie ono spełnione, należy porównać równowagową prężność tlenu dla tej reakcji z parcjalnym ciśnieniem tlenu, osiąganym w wyniku działania układu pompowego (zależność (3.7)).

Drugą możliwością usunięcia tlenków z powierzchni metali trudnotopliwych w próżni jest droga czysto fizyczna: odparowanie tlenków. Zależność prężności pary od temperatury ujmuje równanie Clausiusa-Clapeyrona, odnoszące się do przemian fazowych, w wersji dla parowania z fazy skondensowanej:

$$\frac{dp}{dT} = \frac{\Delta H(parow.)}{T \Delta V}$$
(3.33)

gdzie 🛆 H_(parow.) jest molowym ciepłem parowania, a 🛆 V różnicą objętości pary i fazy skondensowanej (V_{para} – V_{skond.}).

Stosując podstawienie:

$$V_{\text{para}} = \text{RT/p}$$
 (3.34)

wynikające z równania stanu, przy upraszczającym założeniu, iż pary metali i tlenków zachowują się przy niewielkich ciśnieniach jak gazy doskonałe, otrzymujemy:

$$\frac{d \ln p}{dT} = \frac{\Delta H_{(parow.)}}{RT^2}$$
(3.35)

Aby scałkować równanie (3.35) należy rozważyć zależność wartości molowej entalpii parowania od temperatury. Jest ona dana równaniem Kirchhoff'a:

http://rcin.org.pl

$$\left(\frac{d \Delta H_{(parow.)}}{dT}\right)_{p} = (C_{p})_{para} - (C_{p})_{skond.}$$
(3.36)

A zatem zależność ciepła parowania temperatury będzie równa:

$$\Delta H_{(parow.) T} = \Delta H_{(parow.) 298} + \int_{298}^{T} [(C_p)_{para} - (C_p)_{skond.}] dT$$
(3.37)

W naszym przypadku, tzn. w odniesieniu do metali trudnotopliwych i ich tlenków, korzystanie z zależności (3.37) nie jest możliwe, wobec braku informacji o (C_p)_{para} dla większości rozpatrywanych substancji.

Przyjmijmy zatem, iż 🖉 H_(parow.) nie zależy od temperatury. Błąd wynikający z przyjęcia tego założenia jest prawdopodobnie niewielki, a szacunek ten wynika z porównania różnicy Cp pary i fazy skondensowanej dla innych metali.

Ostatecznie otrzymujemy, przy powyższym założeniu i po scałkowaniu (3.35), zależność:

$$\ln(p_2/p_1) = \frac{\Delta H_{(parow.)}}{R} \cdot \frac{T_2 - T_1}{T_1 \cdot T_2}$$
(3.38)

Całka nieoznaczona równania (3.35) przedstawia wówczas prostą zależność prężności pary substancji od temperatury, zwaną empirycznym równaniem Augusta:

$$lgp = -\frac{\Delta H_{(parow.)}}{RT} + C = -\frac{A}{T} + C$$
 (3.39)

gdzie A i C są stałymi, charakterystycznymi dla danej substancji.

A zatem prężność pary fazy skondensowanej jest wykładniczą funkcją temperatury. Wniosek ten stanowi wytyczną dla procesów oczyszczania powierzchni metali z tlenków drogą ich odparowania.

Warunkiem przebiegu procesu rafinacji powierzchniowej jest jednak większy od jedności stosunek prężności par tlenku do prężności par metalu tworzącego tlenek:

$$\frac{P_{Me0}}{P_{Me}} > 1 \tag{3.40}$$

Dyskusję tego warunku dla tlenków metali trudnotopliwych przeprowadzono w dalszej części pracy.

Rozpatrując warunki równowagi kryształ jonowy – faza gazowa, należy również mieć na uwadze fakt, iż pary metali trudnotopliwych są pojedynczymi atomami, natomiast atomy tlenu łączą się w cząsteczki dwuatomowe. W tej sytuacji jeden lub nawet oba składniki mogą niezależnie od siebie przechodzić pomiędzy fazą gazową a kryształem, ustalając odpowiednie równowagi. Ponieważ kryształ jako całość musi być elektrycznie obojętny, powodować to będzie zmianę wartościowości anionu (przesunięcia elektronów na inny poziom o zbliżonej energii, o czym wspomniano już w (2.1)). Przejawiać się to będzie w generacji defektów punktowych (wakanse lub "nadmiarowe" atomy) i odchyleniem stechiometrii od składu wyjściowego.

4. METODYKA OBLICZEŃ

Obliczenia przeprowadzono przy założeniu, że aktywności substancji skondensowanych (metali i tlenków) są równe jedności, co jest równoważne stwierdzeniu, iż nie tworzą one roztworów, oraz że faza gazowa jest roztworem doskonałym.

Przyjęto także stosowaną powszechnie konwencję, iż entalpie pierwiastków w warunkach standardowych są równe zeru, natomiast entalpie związków są standardowymi ciepłami tworzenia z pierwiastków.

Wszystkie obliczenia wykonano przy pomocy mikrokomputera Amstrad PCW 8256, wykorzystując do tego celu specjalnie opracowane programy. Wyniki wyrażano w jednostkach SI: entalpie swobodne w kJ/mol, prężności par w Pa, temperaturę w K, przeliczając w razie konieczności źródłowe dane wejściowe, podawane w jednostkach innych układów.

4.1. Potencjał termodynamiczny reakcji rozkładu tlenków

Analizowano rozkład tlenków metali VB i VIB grupy układu okresowego pierwiastków, biorąc pod uwagę wszystkie tlenki poszczególnych metali, dla których znaleziono dane niezbędne do obliczeń termodynamicznych.

Obliczono entalpie swobodne ΔG_T^0 reakcji rozkładu, od najwyższych tlenków do czystych metali, pod normalnym ciśnieniem i w przedziale temperatur (400-1600 K). Uwzględniono kolejne etapy rozkładu. Założono przy tym, iż rozkład ten przebiega w tylu etapach, ile tlenków tworzy dany metal. Warto zauważyć, iż jeśli nawet założenie to nie jest spełnione i redukcja przebiega w rzeczywistości z pominięciem jakiegoś niższego tlenku, to w przypadku spełnienia warunków redukcji określanych na podstawie obliczeń do tlenku niższego lub czystego metalu, będą również spełnione warunki do redukcji tlenku, który należało pominąć. Na przykład, jeśli rozkład tlenku Me $_{x0y}$ przebiega według reakcji (4.1), a nie (4.2) i (4.3):

$$Me_{x}O_{y} = xMe + \frac{y}{2}O_{2}$$
 (4.1)

$$Me_{x}O_{y} = Me_{x}O_{y-2} + O_{2}$$
(4.2)

$$Me_{x}O_{y-2} = xMe + \frac{y-2}{2}O_{2}$$
 (4.3)

to potencjał termodynamiczny reakcji (4.1) jest sumą potencjałów Δ G⁰_I reakcji (4.2) i (4.3).

W obliczeniach uwzględniono jednak tylko te tlenki, które w rozważanym przedziale temperatur występują w stanie stałym lub ciekłym, pomijając tlenki gazowe. Wynika to z założonego celu pracy: określenia warunków termodynamicznych w układzie, przy których technolog będzie miał gwarancję czystej powierzchni metalicznej w trakcie procesu. Pod uwagę wzięto następujące reakcje rozkładu:

$$2V_2O_5 = 4VO_2 + O_2$$
(4.4)

$$4VO_2 = 2V_2O_3 + O_2$$
(4.5)

$$2V_2O_3 = 4VO + O_2$$
(4.6)

$$2VO = 2V + O_2$$
(4.7)

$$2Nb_{2}O_{5} = 4NbO_{2} + O_{2}$$
(4.8)
$$2NbO_{2} = 2NbO + O_{2}$$
(4.9)
$$2NbO = 2Nb + O_{2}$$
(4.10)

$$2/5 \text{ Ta}_{2}\text{O}_{5} = 4/5 \text{ Ta} + \text{O}_{2}$$
 (4.11)

$$10/3 \text{ Cr}_{0_3} = 2/3 \text{ Cr}_{5}^{0}_{12} + 0_2$$

$$Cr_{5}^{0}_{12} = 5\text{Cr}_{0_2} + 0_2$$

$$(4.12)$$

$$(4.13)$$

$$4/9 \operatorname{Cr}_5 0_{12} = 10/9 \operatorname{Cr}_2 0_3 + 0_2$$
 (4.14)

$$4CrO_2 = 2Cr_2O_3 + O_2$$
 (4.15)

$$2/3 \operatorname{Cr}_2 O_3 = 4/3 \operatorname{Cr} + O_2$$
 (4.16)

$$1/6 \operatorname{Cr}_{8} \operatorname{O}_{12} = 4/3 \operatorname{Cr} + \operatorname{O}_{2}$$
 (4.17)

$$2MOO_3 = 2MOO_2 + O_2$$
 (4.18)
 $MOO_2 = MO + O_2$ (4.19)

$$50WO_3 = 50WO_{2,96} + O_2$$
 (4.20)

$$100/3 W_{2.96} = 100/3 W_{2.9} + 0_2$$
 (4.21)

$$100/9 WO_{2,9} = 100/9 WO_{2,72} + O_2$$
 (4.22)

$$25/9 WO_{2,72} = 25/9 WO_2 + O_2$$
 (4.23)

$$WO_2 = W + O_2$$
 (4.24)

W przypadku wolframu rozpatrywano też hipotetyczne tlenki o niecałkowitym stosunku atomów obu pierwiastków (patrz rozdz. 2.1). Poza tym obliczono entalpię swobodną reakcji rozkładu pary wodnej w rozpatrywanym przedziale temperatur.

Współczynniki wszystkich równań reakcji dobrano w ten sposób, aby można było bezpośrednio porównywać ΔG_{T}^{0} dla poszczególnych reakcji: na 1 mol tlenu. Stosowano kryterium termodynamiczne (3.1).

Obliczenia przeprowadzono wykorzystując równanie (3.22). Korzystano także z wartości entalpii swobodnych G_T^0 , obliczonych przez Nedomę i in. [11, 12] wg powyższego schematu, którzy podali funkcję G(T) dla metali i tlenków w postaci wielomianów:

$$G(T) = a + bT + cT^{2} + dT^{-1} + eT lnT$$
 (4.26)

lub
$$G(T) = a + bT + cT^{2} + dT^{-1} + eT^{-2} + f T lnT$$
 (4.27)

4.2. Redukcja tlenków wodorem

W celu zbadania możliwości redukcji tlenków poszczególnych metali wodorem, obliczono \varDelta G^O_T reakcji typu (3.5), pod normalnym ciśnieniem i w zakresie temperatur (400--1600 K). Metodyka obliczeń i założenia wstępne były analogiczne jak dla przypadku rozkładu tlenków (rozdz. 4.1).

Rozpatrywano następujące reakcje:

Grupa V B

Wanad

2002	+ H2	= V203	+ H20	(4.28)
4	4	6 /	4	

$$V_2 O_3 + H_2 = 2VO + H_2 O$$
 (4.29)

$$V0 + H_2 = V + H_20$$
 (4.30)

Niob

Nb205	+ H	2 =	2Nb02	+	H20	(4.31)
-------	-----	-----	-------	---	-----	---	------	---

$$NbO_2 + H_2 = NbO + H_2O$$
 (4.32)

$$Nb0 + H_2 = Nb + H_20$$
 (4.33)

Tantal

$$1/5 \text{ Ta}_20_5 + \text{H}_2 = 2/5 \text{ Ta} + \text{H}_20$$
 (4.34)

Grupa VI B

Chrom

$5/3 \text{ Cr0}_3 + \text{H}_2 = 1/3 \text{ Cr}_5 \text{O}_{12} + \text{H}_2 \text{O}_{12}$	(4.35)
$1/2 \operatorname{Cr}_{5}0_{12} + H_2 = 5/2 \operatorname{Cr}0_2 + H_20$	(4.36)
$2/9 \operatorname{Cr}_{5}0_{12} + H_2 = 5/9 \operatorname{Cr}_{2}0_3 + H_20$	(4.37)
$2CrO_2 = Cr_2O_3 + H_2O$	(4.38)
$1/3 \text{ Cr}_20_3 + \text{H}_2 = 2/3 \text{ Cr} + \text{H}_20$	(4.39)
1/12 Cr ₈ 0 ₁₂ + H ₂ = 2/3 Cr + H ₂ 0 http://rcin.org.pl	(4.40)

$$MoO_3 + H_2 = MoO_2 + H_2O$$
 (4.41)

$$1/2 \text{ MOO}_2 + H_2 = 1/2 \text{ MO} + H_2 0$$
 (4.42)

Wolfram

$$25WO_3 + H_2 = 25WO_{2.96} + H_2O$$
 (4.43)

$$50/3 WO_{2.96} + H_2 = 50/3 WO_{2.9} + H_2O$$
 (4.44)

$$50/9 WO_{2.9} + H_2 = 50/9 WO_{2.72} + H_2 O$$
 (4.45)

$$25/18 \text{ WO}_{272} + \text{H}_{2} = 25/18 \text{ WO}_{2} + \text{H}_{2}0$$
 (4.46)

$$1/2 WO_2 + H_2 = 1/2 W + H_2 O$$
 (4.47)

Podobnie jak poprzednio, wszystkie współczynniki stechiometryczne reakcji (4.28) – - (4.47) dobrano w ten sposób, aby można było bezpośrednio porównywać wielkości potencjałów termodynamicznych (na 1 mol H₂O).

Dla tlenków metali trudnotopliwych trwalszych niż H_2O (ΔG_T^O reakcji redukcji wodorem > 0) obliczono równowagowy skład gazów w reakcjach redukcji. Były to reakcje (4.29), (4.30), (4.33), (4.34), (4.59), (4.42), (4.46) i (4.47). Korzystano z zależności (3.15), która dla wszystkich rozważanych reakcji przybiera formę:

$$\begin{cases} \Delta G_{T}^{0} = -RT \ln (p_{H_{2}0}/p_{h_{2}}) \\ p_{H_{2}0} + p_{H_{2}} = 1 \end{cases}$$
(4.48)

W tym przypadku stosowano kryterium termodynamiczne (3.6).

4.3. Dysocjacja i odparowanie tlenków w próżni

Obliczano potencjał termodynamiczny Δ G_T dla reakcji rozkładu najbardziej stabilnych tlenków poszczególnych metali dla ciśnień: 10^2 Pa, 1 Pa, 10^{-2} Pa oraz 10^{-4} Pa w zakresie temperatur 400 - 1600 K. Zastosowano do tego celu zależność (3.32), wykorzystując wyniki obliczeń Δ G⁰_T dla ciśnienia standardowego (rozdz. 4.1).

Obliczenia przeprowadzono dla rozkładu VO, NbO, Ta_2O_5 (reakcje (4.7), (4.10) i (4.11)), oraz Cr_2O_3 , MoO_2 i WO_2 (reakcje (4.16), (4.19) i (4.24)). Podobnie jak poprzednio podano wyniki na 1 mol tlenu dla umożliwienia ich wzajemnego porównania. Zastosowano kryterium termodynamiczne (3.1).

Obliczono również prężności równowagowe tlenu nad środowiskiem reakcji w podanym wyżej zakresie temperatur. Prężności te wyznaczono na podstawie układu równań (3.15). Dla zapisów wyżej wymienionych reakcji stała równowagi K będzie wprost równa ciśnieniu tlenu. A więc przy założeniu, że metale i tlenki nie tworzą roztworów, układ (3.15) przyjmuje postać, zastosowaną do obliczeń:

$$\Delta G_{T}^{0} = -RT \ln P_{0_{2}}$$

$$\Sigma P_{i} = P_{0_{2}}$$
(4.49)

W analizie wyników wzięto pod uwagę warunek termodynamiczny (3.7). http://rcin.org.pl

Rozpatrując proces odparowywania tlenków korzystano z istniejących danych eksperymentalnych równowagowej prężności par metali p_{Me} i cząsteczek tlenków metali $p_{Me_x0_y}$, podanych w tablicach [13]. Pod uwagę wzięto zakres temperaturowy, dla którego istnieją dane literaturowe, a mianowicie 400 – 3600 K. Ponieważ prężności par Mo0₂ i WO₂ są znane tylko do 3000 K, do obliczeń powyżej tego zakresu przyjęto wartości ekstrapolowane z zależności p(T).

Stosunki $p_{Me_x 0_y}/p_{Me}$ obliczono, podobnie jak poprzednio, dla najstabilniejszych termodynamicznie tlenków metali: VO, MbO, MoO₂ i WO₂. Nie rozpatrywano parowania Cr₂O₃ i Ta₂O₅, gdyż po przejściu w fazę gazową następuje natychmiastowa ich dekompozycja w pary metalu i tlen. Dla tych dwóch przypadków problem sprowadza się zatem do rozpatrywania reakcji rozkładu (4.16) i (4.11), co już uprzednio zostało omówione.

5. WYNIKI I DYSKUSJA

5.1. Reakcje utleniania i redukcji tlenków

Wyniki obliczeń entalpii swobodnych Δ G⁰_I rozkładu tlenków trudnotopliwych, stabilnych w fazie skondensowanej, przedstawiono na rys. 5.1. Wykresy przedstawiają zależność potencjałów termodynamicznych reakcji (4.4) - (4.11) (rys. 5.1a) oraz (4.12) -- (4.24) (rys. 5.1b) od temperatury. Na obu rysunkach pokazano także tę zależność dla reakcji rozkładu pary wodnej (4.25). Symbolami O oznaczono punkty przemian fazowych (topnienie, przemiany alotropowe) jednego z substratów lub produktów reakcji.

Zależności $\Delta G_{\rm I}^{\rm O}$ (T) są funkcjami liniowymi w rozpatrywanym przedziale temperatur przy czym są to funkcje malejące. W temperaturach przemian fazowych kąty nachylenia prostych ulegają zmianie. Zmiany te są znaczące dla przemian związanych ze zmianą stanu skupienia reagentów, natomiast dla przemian alotropowych – niewielkie.

Potencjały termodynamiczne wszystkich rozważanych reakcji osiągają duże, dodatnie wartości, idące w setki kJ/mol tlenu. Wyjątkiem są wyższe tlenki chromu, dla których ΔG_T^0 rozkładu do niższych tlenków przyjmują od początku wartości ujemne.

W grupie V B najtrwalszym termodynamicznie tlenkiem jest VO, mniej trwałymi: NbO i Ta₂O₅ (wykres ΔG_T^0 (T) dla VO leży najwyżej). Linie rozkładu NbO i Ta₂O₅ praktycznie się pokrywają. Prosta rozkładu H₂O jest położona powyżej wykresów rozkładu VO₂ do V₂O₃ i V₂O₅ do VO₂.

W grupie VI B zwraca uwagę duża różnica w położeniu prostych dla reakcji rozkładu tlenków chromu w stosunku do tlenków innych metali z tej rodziny. Różnica ta jest znacznie większa niż dla V w stosunku do Nb i Ta. Wykresy entalpii swobodnych reakcji rozkładu dla MoO₂ i WO₂ praktycznie się pokrywają. Prosta dla reakcji rozkładu wody leży powyżej wykresów reakcji rozkładu MoO₃ i WO₃.

Entalpie swobodne reakcji redukcji tlenków obu rozważanych grup wodorem w funkcji temperatury przedstawiono na rys. 5.2. Podobnie jak poprzednio zaznaczono punkty przemian fazowych reagentów.

Zależności funkcyjne mają przebiegi zbliżone do liniowych, przy czym ze wzrostem temperatury wartości potencjałów termodynamicznych reakcji maleją. Entalpie swobodne



b) dla tlenków metali grupy VIB

reakcji są dodatnie w całym zakresie temperatur. Wyjątkiem jest tylko redukcja MoO₂ i WO₂ powyżej 1420 K, oraz WO_{2,72} do WO₂. Potencjały termodynamiczne reakcji redukcji dla poszczególnych metali wykazują znaczne różnice. Największe wartości, rzędu 150 kJ/mol tlenu, ma Δ G^O₁ redukcji VO. Wykresy redukcji NbO i Ta₂O₅ oraz MoO₂ i WO₂ praktycznie pokrywają się ze sobą.



Rys. 5.2. Potencjał termodynamiczny reakcji redukcji tlenków metali trudnotopliwych wodorem w funkcji temperatury

Ponieważ wartości Δ G_T^0 reakcji redukcji wodorem dla większości najbardziej trwałych termodynamicznie tlenków nie spełniają kryterium termodynamicznego (3.1), obliczono równowagowe prężności par H₂O nad środowiskiem reakcji. Wyniki tych obliczeń są przedstawione na rys. 5.3a dla metali grupy V B oraz na rys. 5.3b dla metali grupy VI B. Równolegle do osi O-Y odłożono wartości prężności pary H₂O w postaci tzw. punktu rosy wodoru, wyrażonego w °C. Jest to parametr stosowany powszechnie w praktyce technologicznej i wyrażający temperaturę, dla której prężność pary H₂O staje się równa prężności pary nasyconej. Krzywe równowagowe dzielą obszar rysunku na dwie części: obszar, w którym przy danych parametrach temperatury i prężności pary wodnej w atmosferze będzie zachodzić redukcja (poniżej wykresów) oraz obszar utleniania (powyżej). Jak można się zorientować, najłatwiej redukować się będą tlenki wolframu i molibdenu, najtrudniej - wanadu.





Rys. 5.3. Równowagowa prężność pary H₂O reakcji redukcji tlerków metali wodorem w zależności od temperatury:

5.2. Procesy próżniowe

Wpływ ciśnienia na wartości potencjałów termodynamicznych reakcji rozkładu tlenków przedstawiono na rys. 5.4a i 5.4b w układzie współrzędnych Δ G_T - T. Entalpie swobod-ne obliczano dla reakcji VO, NbO, Ta₂O₅ oraz Cr₂O₃, MoO₂ i WO₂, a więc najtrwalszych tlenków.

Na rysunkach przedstawiono wyniki obliczeń Δ G_T (T) dla ciśnień: atmosferycznego (10⁵ Pa), podciśnienia (10² Pa), "niskiej" (1 Pa) i "wysokiej" próżni (10⁻² i 10⁻⁴ Pa). Zależności dla każdego z tlenków mają charakter pęku prostych o różnym kącie nachylenia. Wraz z obniżką ciśnienia entalpie swobodnych reakcji zmniejszają się, przy czym kąt nachylenia prostych jest coraz większy. Świadczy to o większej roli temperatury przy niskich ciśnieniach. Różnice wartości potencjałów termodynamicznych dla ciśnienia atmosferycznego i "wysokiej" próżni są znaczne i sięgają nawet 300 kJ/mol tlenu dla wyższych temperatur. Tym niemniej dla wszystkich rozpatrywanych reakcji pozostają one dodatnie.

W obu grupach najwyżej położone są proste odpowiednio dla wanadu i chromu. W całym zakresie rozpatrywanych ciśnień i temperatur zbliżone potencjały termodynamiczne reakcji mają Nb i Ta w grupie V B oraz Mo i W w grupie VI B.

Ponieważ kryterium termodynamiczne (3.1) nie jest spełnione, na kolejnych rysunkach 5.5a i b przedstawiono równowagowe prężności tlenu w reakcjach rozkładu tlenków, w funkcji temperatury. Wykresy dla poszczególnych tlenków tworzą pęk krzywych, przy czym zależność od temperatury jest funkcją rosnącą.

Podobnie jak poprzednio, wykresy zależności dla NbO i Ta_2O_5 , oraz MoO_2 i WO_2 są praktycznie identyczne.

Na rysunkach zaznaczono również linie, odpowiadające parcjalnej prężności tlenu przy całkowitym ciśnieniu 10², 1, 10⁻²i 10⁻⁴ Pa (przyjęto \bar{p}_{Ω_a} = 0,21 p).

Jak widać z rysunków, w rozpatrywanym zakresie ciśnień i temperatur warunek (3.7) nie jest spełniony.

Kolejne rysunki 5.6 i 5.7 przedstawiają zależności prężności par metali trudnotopliwych i ich najtrwalszych tlenków od temperatury.

W temperaturach poniżej 2000 K, a więc praktycznie najczęściej stosowanych w procesach inżynierii materiałowej, prężności par rozpatrywanych metali są niskie, z wyjątkiem chromu. Uszeregowanie metali według wzrastających prężności par odpowiada malejącym temperaturom topnienia (W, Ta, Nb, Mo, V, Cr).

W szeregu tym są zamienione miejscami Mo i Nb o temperaturach topnienia odpowiednio 2892 i 2740K, przy czym różnica ta nie jest duża.

Prężności par rozważanych tlenków są również stosunkowo niewielkie. Wyjątkiem jest tutaj MoO₂. Różnice pomiędzy poszczególnymi tlenkami nie są duże, a uszeregowanie odpowiada, podobnie jak w przypadku metali, kolejności wg malejących temperatur topnienia.

Na podstawie obu poprzednich rysunków skonstruowano wykresy zależności stosunku $P_{Me_{\chi}0_{\chi}^{\prime}p_{Me}}$ w funkcji temperatury. Wartości tego stosunku dla wanadu są mniejsze od jedności w całym zakresie temperatur, natomiast dla wszystkich pozostałych metali warunek (3.40) jest spełniony. http://rcin.org.pl



Rys. 5.4. Potencjał termodynamiczny reakcji rozkładu tlenków w funkcji ciśnienia i temperatury



5.5. Dysocjacja termiczna najbardziej trwałych tlenków metali trudnotopliwych w próżni: zależność równowagowego ciśnienia tlenu od temperatury





http://rcin.org.pl



Rys. 5.8. Stosunek prężności par PMe_xO_y do PMe dla najtrwalszych termodynamicznie tlenków V, Nb, Mo i W. Linią przerywaną oznaczono zależność dla ekstrapolowanych wartości MoO₂ i WO₂

5.3. Analiza wyników obliczeń

Miarą powinowactwa metalu do tlenu przy zadanych parametrach stanu (ciśnienie, temperatura) jest równowagowa prężność tego gazu w układzie, wynikająca z reakcji (3.4). Miarą powinowactwa mogą tyć także: stała równowagi K wyżej wymienionej reakcji lub jej potencjał termodynamiczny, związane izotermą van't Hoffa (pierwsze równanie układu (3.15)). Jednak porównywanie tak zdefiniowanych miar powinowactwa różnych metali jest możliwe tylko w przypadku odpówiednio dobranych współczynników stechiometrycznych reakcji (3.4), tak aby potencjały termodynamiczne były liczone na tę samą liczbę moli tlenu i przy założeniu braku roztworów metal – tlenek. Warunki te w naszym przypadku spełniają potencjały termodynamiczne reakcji rozkładu najniższych tlenków (rys. 5.1). Na tej podstawie można ułożyć następujący szereg metali, według wzrastającego powinowactwa do tlenu, w zakresie temperatur 400 - 1600 K:

W, Mo, Cr, Ta, Nb, V

Należy przy tym zauważyć, iż powinowactwa do tlenu W i Mo oraz Ta i Nb są bardzo do siebie zbliżone. W obu grupach występują daleko idące analogie. Oprócz powyższego można zauważyć, iż w każdej z nich powinowactwo maleje ze wzrostem liczby atomowej, od V do Ta i od Cr do W. Trwałość tlenków metali grupy VB jest większa niż analogicznych tlenków metali grupy VIB.

Aktywność chemiczną metali obu grup można związać z konfiguracją elektronową (patrz tabela 1). Jak wiadomo, tlenki metali są związkami chemicznymi o wiązaniach jonowych, w których tlen występuje w roli akceptora, a metal donora elektronów. Atomy metali o największym powinowactwie w grupach: V i Cr charakteryzują się najmniejszą liczbą powłok elektronowych, z niepełną obsadą poziomu M. Mogą one oddać odpowiednio 2 i 1 elektron walencyjny z poziomu 4s oraz 3 i 5 elektronów z podpoziomu 3d. Z kolei metale o mniejszym powinowactwie do tlenu mają atomy o większej liczbie powłok elektronowych, z niepełną obsadą przedostatniej. Większe promienie jonowe są odpowiedzialne za mniej trwałą konfigurację z tlenem. Podobnie zachowujące się, z punktu widzenia powinowactwa do tlenu, atomy Nb i Ta mają całkowicie zapełnione poziomy M. Jako walencyjne mogą być więc traktowane zarówno elektrony z ostatnich poziomów (Nb – 5s i Ta – 6s), jak i zbliżonych energetycznie, oddalonych od jądra podpoziomów 4d (Nb) i 5d (Ta). Analogiczną strukturą elektronową charakteryzują się atomy Mo i W.

Ze wzrostem temperatury powinowactwa metali do tlenu znacząco maleją, ale mimo to w całym rozważanym zakresie są wysokie (potencjały termodynamiczne reakcji rozkładu są dodatnie i sięgają setek kJ/mol). Nie może więc być mowy o samorzutnej dwsocjacji termicznej w tych warunkach.

Najtrwalszymi termodynamicznie są najniższe tlenki rozważanych metali. Jak już wspomniano, potencjały termodynamiczne rozkładu NbO i Ta₂O₅ oraz MoO₂ i WO₂ są zbliżone. W tym drugim przypadku zwraca uwagę fakt, iż entalpie swobodne reakcji rozkładu dwutlenków obu metali są zbliżone, podczas gdy różnią się znacznie ich wartości dla reakcji rozkładów trójtlenków.

Na rysunkach 5.1a i b zaznaczono prostoliniowy przebieg potencjału termodynamicznego reakcji rozkładu pary wodnej. Wykresy przebiegów potencjałów termodynamicznych reakcji dysocjacji najniższych tlenków rozpatrywanych metali położone są powyżej tej prostej, z wyjątkiem reakcji rozkładu MoO_2 i WO_2 , dla których proste przecinają się. Oznacza to, iż wodór będzie do końca redukować tylko VO_2 do V_2O_3 , V_2O_5 do VO_2 w całym zakresie temperatur i wymienione wyżej tlenki Mo i W powyżej ok. 1400 K.

Analiza rys. 5.2 potwierdza wnioski, wyciągnięte na podstawie dyskusji przebiegów ΔG_T^0 reakcji rozkładu tlenków. Potencjały termodynamiczne reakcji redukcji wodorem w przeważającym stopniu osiągają również wysokie wartości dodatnie, co oznacza zdecydowane przesunięcie równowagi reakcji w lewo, to znaczy w kierunku istnienia tlenków. Wyjątkiem są reakcje redukcji MoO₂ i WO₂, których entalpie swobodne osiągają wartości ujemne w temperaturach odpowiednio 1420 i 1400 K. Na podstawie rys. 5.2 można również uszeregować metale obu grup w szereg powinowactwa do tlenu, identyczny z poprzednim. A zatem wartości \varDelta G_T^0 reakcji redukcji na 1 mol pary wodnej mogą być również miarą powinowactwa pierwiastka do tlenu.

Stosując przepływ wodoru można doprowadzić do całkowitej redukcji danego tlenu, pomimo że potencjał termodynamiczny tej reakcji jest większy od zera. Wiąże się to, jak już uprzednio wspomniano, z ciągłym usuwaniem jednego z produktów reakcji i niedopuszczeniem do zaistnienia równowagi termodynamicznej.

Z rys. 5.3 wynika, iż istnieje możliwość redukowania tlenków nawet najbardziej aktywnych metali w stosunku do tlenu, w przypadku stosowania przepływu bardzo czystego wodoru i wysokich temperatur procesu. Podczas chłodzenia metale te będą jednakże powtórnie utleniać się powierzchniowo.

Należy zwrócić uwagę na fakt, iż niniejsza analiza została wykonana z punktu widzenia równowagi. Na jej podstawie nie można jednak wnioskować o kinetyce procesu. Tymczasem w praktyce interesuje nas w gruncie rzeczy szybkość przebiegającego procesu. Jak wiadomo jest ona wypadkową działania siły motorycznej procesu i sił oporu kinetycznego. O ile pierwszy z tych czynników można oszacować na podstawie oddalenia układu od punktu równowagi termodynamicznej, to na gruncie termodynamiki nie można niestety wnosić o siłach oporu.

Podsumowując wyniki obliczeń dla rozkładu tlenków i ich redukcji pod ciśnieniem standardowym, należy stwierdzić, iż powinowactwo do tlenu rozpatrywanych metali jest tak duże, a prężności równowagowe \mathbf{p}_{0_2} rozkładu tak małe, iż stosowanie nawet bardzo czystych atmosfer obojętnych w procesach technologicznych nie zapewnia czystości powierzchni. Zastosowanie czystego wodoru pozwala wprawdzie na redukcję tlenków w wysokich temperaturach, to jednak (z wyjątkiem Mo i W) prowadzi do wtórnego utleniania powierzchni w trakcie chłodzenia.

Powinowactwo metali trudnotopliwych do tlenu, za miarę którego przyjęto potencjał termodynamiczny reakcji rozkładu tlenków, zmienia się znacznie z obniżeniem ciśnienia, zgodnie z regułą Le Chatelier'a. Im niższe ciśnienie zewnętrzne i im wyższa temperatura, tym niższe wartości przyjmuje 🛛 G_T.

Aczkolwiek dla różnych ciśnień zmiany potencjałów termodynamicznych reakcji rozkładu tlenków poszczególnych metali są odmienne, to w rozpatrywanym przedziale temperaturowym usytuowanie pierwiastków w szeregu powinowactwa do tlenu nie zmienia się (rys. 5.4). Ogólnie powiedzieć można, iż obniżenie ciśnienia jest efektywnym sposobem obniżenia powinowactwa do tlenu. Tym niemniej wartości arDelta G $_{ extsf{T}}$ pozostają nadal wysokie.

Analiza krzywych prężności p_{O2} reakcji rozkładu od temperatury wykazuje, <mark>iż warunek</mark> termodynamiczny (3.7) nie jest spełniony dla żadnego z metali. W zakresie temperatur do 1600 K zachodzi:

$$P_{0_2}^{\text{próżnia}} > P_{0_2}^{\text{równ}}$$

A zatem nie ma mowy o rozkładzie tlenków w tych warunkach.

Obiecująca jest natomiast możliwość usunięcia tlenków z powierzchni drogą ich odparowania. Na rys. 5.8 pokazano, iż z wyjątkiem wanadu, stosunki prężności par najniżhttp://rcin.org.pl

szych tlenków do prężności par metali są znacznie większe od jedności. Jednakże bezwzględne wartości prężności par tlenków są niewielkie, w związku z czym nie należy oczekiwać dużych szybkości procesu, przynajmniej w niskich temperaturach, gdzie stosunki prężności par są najkorzystniejsze. Szybkości parowania v są bowiem wprost proporcjonalne do prężności par, zgodnie z równaniem Langmuir'a:

$$p = A v \sqrt{\frac{2\pi RT}{M}}$$
(5.1)

gdzie A jest stałą, a M masą atomową pierwiastka.

6. PODSUMOWANIE

Na podstawie analizy zebranych denych literaturowych i wyników obliczeń, sformułować można następujące uogólnienia, odnośnie do oddziaływania metali trudnotopliwych z tlenem, z punktu widzenia termodynamiki fenomenologicznej:

 Metale trudnotopliwe grup VB i VIB układu okresowego tworzą z tlenem wiele związków o odrębnym stosunku atomów obu pierwiastków, niekoniecznie odpowiadającym wartościowości. Istnieją informacje zarówno o subtlenkach (stosunek atomów Me/O > 1), jak i tlenkach wyższego rzędu.

2. Metale trudnotopliwe, z wyjątkiem tantalu; tworzą z tlenem ciągi homologicznych tlenków, stabilnych w stanie skondensowanym, o stałych stosunkach atomowych.

3. W obu grupach można zauważyć tendencję do zmniejszania się liczby stabilnych tlenków ze wzrostem liczby atomowej, a więc w kierunku od V do Ta i od Cr do W.

4. Metale grupy VB: V, Nb i Ta, tworzą tlenki o wyraźnym zakresie homogeniczności, wynikającym z tworzenia się roztworów wtórnych na bazie sieci krystalograficznej danego tlenku. Tego efektu nie obserwuje się dla Cr, Mo i W.

5. Istnieje znacząca, zmienna z temperaturą, rozpuszczalność tlenu w V, Nb i Ta. Nie obserwuje się natomiast granicznych roztworów stałych w układach z Cr, Mo i W.

Metale trudnotopliwe mają wysokie powinowactwa chemiczne do tlenu, przy czym są one wyższe dla grupy VB. Aktywność w stosunku do tlenu wzrasta w szeregu powinowactwa:
 W, Mo, Cr, Ta, Nb, V, przy czym powinowactwa Mo i W oraz Ta i Nb są zbliżone.

 Powinowactwa do tlenu wszystkich rozważanych metali maleją wraz ze wzrostem temperatury i obniżką ciśnienia.

8. Najtrwalszymi termodynamicznie są najniższe tlenki poszczególnych metali.

9. Stosowanie atmosfer ochronnych, nawet o dużym stopniu czystości, w procesach technologicznych z udziałem rozpatrywanych metali nie zapewnia uzyskania powierzchni wolnej od tlenków, gdyż nie będą one mogły być usunięte drogą dysocjacji termicznej. Nadto nawet niewielkie ilości czynników utleniających będą powodować dalsze utlenianie.

10. Redukcja tlenków wolframu i molibdenu jest możliwa już w stosunkowo niskich temperaturach w atmosferze suchego wodoru.

11. Zastosowanie czystej atmosfery wodorowej powoduje redukcję tłenków pozostałych metali w wysokich temperaturach, jednak przy jej obniżaniu zachodzić będzie powtórne utlenianie powierzchni. Z tego względu zalecane jest możliwie szybkie chłodzenie do temperatury otoczenia. Technologie, w których zachodzi kontakt i oddziaływanie między-

fazowe pomiędzy różnymi materiałami (procesy spajania, otrzymywania materiałów kompozytowych i modyfikacji powierzchni) powinny być projektowane w sposób zapewniający rafinację powierzchni (dostęp czystego wodoru w odpowiedniej temperaturze i czasie) przed pojawieniem się fazy ciekłej w układzie.

12. Najefektywniejszym sposobem zmniejszenia powinowactwa do tlenu jest obniżenie ciśnienia. Mimo to w przedziale temperatur do 1600 K nawet zastosowanie próżni 10⁻⁴ Pa nie stwarza warunków do samorzutnego rozkładu tlenków żadnego z rozpatrywanych metali: równowagowe prężności tlenu z reakcji dysocjacji są niższe od parcjalnego ciśnienia tlenu w atmosferze.

13. Istnieje możliwość usunięcia tlenków z powierzchni metali (z wyjątkiem wanadu) drogą wysokotemperaturowego wyżarzania w "wysokiej" próżni. Zachodzi wówczas fizyczne odparowywanie tlenków. Wraz ze wzrostem temperatury prężności par tlenków wzrastają, ale równocześnie maleje stosunek $p_{Me_XO_Y}/p_{Me}$. Konieczna jest w związku z tym optymalizacja procesu.

BIBLIOGRAFIA

- [1] Krupkowski A.: Podstawowe zagadnienia teorii procesów metalurgicznych. Warszawa 1974 PWN
- [2] Staronka A., Holtzer M.: Podstawy fizykochemii procesów metalurgicznych i odlewniczych. Kraków 1988 Wyd. AGH
- [3] Tyrkiel E.: Zastosowanie termodynamiki w metalurgii i metaloznawstwie. Katowice 1971 Wyd. Śląskie
- [4] Tyrkiel E.: Termodynamika. Warszawa 1978 Wyd. PW
- [5] Habashi F.: Principles of Ectractive Metallurgy, Vol. 1 Science Publishers. Thum. ros. Moskwa 1975 Mietałłurgija
- [6] Swalin R.A.: Thermodynamics of Solids 1972 Wiley Interscience Publishers
- [7] Benesch R., Janowski J., Mamro K.: Metalurgia żelaza. Podstawy fizykochemiczne procesów. Katowice 1979 Wyd. Śląskie
- [8] Kubaschewski 0., Alcock C.B.: Metallurgical Thermochemistry. Pergamon Press 1979
- [9] Kubaschewski O., Evans E.L.L.: Metallurgical Thermochemistry. Pergamon Press 1958
- Barin J., Knacke O., Kubaschewski O.: Thermochemical Properties of Inorganic Substances. 1973 Springer Verlag
 - Idem: Supplement. 1977 Springer Verlag
- [11] Nedoma J., Schreiner P., Bučko M.: Funkcje termodynamiczne. Pierwiastki. Kraków 1985 Wyd. AGH
- [12] Nedoma J., Bučko M., Schreiner P.: Funkcje termodynamiczne. Tlenki, wodorotlenki. Kreków 1986 Wyd. AGH
- [13] Termodinamičeskije svojstva individualnych vieszczestv. Moskwa 1982 Izd. Nauka
 cz. IV, tom 1: Obliczenia własności termodynamicznych
 cz. IV, tom 2: Tablice własności termodynamicznych
- [14] Spravočnik: Fizyko-chimičeskije svojstva okislov. Red. G.W. Samsonov. Moskwe 1978 Izd. Mietałlurgija
- [15] Hansen M., Anderko K.: Constitution of Binary Alloys. 1958 Mc Graw Hill Comp
 - R.P. Elliott: Idem. First Supplement 1969 Mc Graw Hill
 - F.A. Shunk: Idem. Second Supplement 1970 Mc Graw Hill
- [16] Alexander D.G., Carlsson O.N.: Met. Trans 1971/2, 2805
- [17] Mc Chesney J.B., Guggenheim H.J.: J. Phys. Chem. Solids 1969/30, 225
- [18] Stringer J.: J. Less-Common Metals 1965/8, 1
- [19] Jehn H., Olzi E.: J. Less-Common Metals 1972/27, 297
- [20] Philips B., Chang L.L.: Trans. Met. Soc. AIME 1965/223, 1433
- [21] Mrowec S.: Arch Hutn. 1978/23, 361
- [22] Struktura materii przewodnik encyklopedyczny. Warszawa 1980 PWN

ZAŁĄCZNIK

Tablice danych termochemicznych

Tablica 1

Wartości $\Delta H_t, \Delta S_t, \Delta H_p, \Delta S_p$ dla metali z grupy VB i VIB układu okresowego pierwiastków i ich tlenków występujących w stanie skondensowanym w zakresie temperatur 400 + 1600 K oraz wartości T_t i T_p

Subs- tancja	т _t [К]	∆ H _t [kcal/mol]	∆ S _t [cal/(molxK)]	т _р [К]	∆ H _p [kcal/mol]	Δ Sp [cal/(molxK)]
V	2190	5,05	2,306			An and a state of the state of
VO	1973					T. S. Manuff Sepold
V2 ⁰ 3	> 2273	alle Sheri	Parine press			Berin J.
VO2	1633	13,6	8,328	345	1,03	2,986
V205	943	15,6	16,543			And an and a second
Nb	2740	6,3	2,299			ACH PARA
NbO	2218	13,0	5,861			stope analasis (
Nb205	1785	24,6	13,782	1073 1423	0 [12]	0 0 [12]
Nb02	2270	15,0	6,608	1090 1200	0,72 0 [12]	0,661 0 [12]
Та	3287*	7,56*	2,300*			
Ta205	2150	36,12	16,800			hansel Hansel
Cr	2130*	4,047*	1,900*		19	Storille . Y.B
Cr203	2673			305.8	0 [12]	0 [12]
Cr02	-			and an age	C. Lancorda	Alteriment on (
Cr ₅ 0 ₁₂	-					Salah Menara (
Cr ₈ 0 ₁₂	-					and in a settlers for
Cr03	470*	3,4*	7,234*			() Manual Contraction ()
'Mo	2892*	6,652*	2,300*			
Mo02	-					
MoO3	1068	11,567	10,831			
W	3600	8,46	2,299			
WO2	-					
W02,72	-					
WD2,90	-					
WD2,96	-					
WO3	1745	17,55	10,057	1050	0,355	0,338

Większość danych zaczerpnięto z [10], natomiast dane oznaczone (*) z suplementu do [10]. http://rcin.org.pl Wartości – ΔH_{298}^{0} , S $_{298}^{0}$, C_p dla metali z grupy VB i VIB układu okresowego pierwiastków i ich tlenków występujących w stanie skondensowanym w zakresie temperatur 400 + 1600 K

Subs-	- ДН ⁰ 298	- ⊿s ^o 298	Cr	=a+bxT+cxT ² [cal/(degx	+dxT ⁻² mol)]		Zakres
tancja	[kcal] mol]	[cal molxK]	а	bx10 ³	cx106	dx105	
V .	0	6,9	6,331 3,994 22,782	0,629 3,028 -12,060	0 0 3,511	-0,505 2,732 -86,732	400 ÷ 600 600 ÷ 1400 1400 ÷ 1600
VO	103,0	9,3	11,32	3,22	0	-1,26	400 ÷ 1600
V203	293,0	23,5	29,35	4,76	0	-5,42	400 ÷ 1600
VO2	171,5	12,3	17,85	1,7	0	-3,95	400 + 1600
V205	372,3	31,3	46.54 45,60	-3,90 0	0	-13,22 0	400 + 943 943 + 1600
Nb	0	8,7	5,670	0,960	0	0	400 ÷ 1600
NbO	97,7	12,0	10,04	2,350	0	-0,783	400 ÷ 1600
Nb205	454,6	32,8	36,9	5,12	0	-6,1	400 ÷ 1600
Nb02	190,3	13,0	11,70 22,20 19,85	9,560 0 0	0 0 0	-0,72 0 0	400 + 1090 1090 + 1200 1200 + 1600
Та	0	9,9	6,537 5,980 5,446	-0,222 -0,590 0,951	0 0 0	-0,365 0 1,616	400 ÷ 500 500 ÷ 1200 1200 ÷ 1600
Ta205	489,0	• 34,2	37	6,56	0	-5,92	400 ÷ 1600
Cr	0	5,65	4,234 4,318	5,489 3,712	-2,159 0	-0,090 -3,991	400 ÷ 1000 1000 ÷ 1600
Cr ₂ 0 ₃	270,0	19,4	28,530	2,200	0	-3,740	400 + 1600
Cr02	139,0	12,2	22,6	4,10	0	0	400 ÷ 600
Cr ₅ 0 ₁₂	701,5	71	87,7	17,75	0	-16,28	400 ÷ 700
Cr ₈ 0 ₁₂	1118,0	126,6	146,9	33,3	0	28,8	400 ÷ 700
Cr03	138,2	17,2	19,73 30,0	5,18 0	0	-4,18 0	400 ÷ 470 470 ÷ 600

cd. tablicy 2

Subs- tancja	- ДН ⁰ 298 [kcal]	-⊿S ⁰ 298			Zakres temp. [K]		
	[mol]	[molxK]	а	bx10 ³	c×10 ⁶	dx10 ⁵	
Мо	0	6,83	6,111 8,105 3,984	0,680 -2,847 2,317	0 1,663 0	-0,522 -2,200 0	400 ÷ 700 700 ÷ 1500 1500 ÷ 1600
Mo02	140,5	11,95	13,428	6,314	0	-1,589	400 ÷ 1600
Mo03	178,1	18,6	17,97 30,342	7,8 0	0 0	-2,1 0	400 ÷ 1068 1068 ÷ 1428
W	0	7,8	5,476	1,120	0	0	400 ÷ 1600
WO2	140,94	12,08	18,503	-1,675	2,119	-4,420	400 ÷ 1600
W02,72	186,7	16,35	20,196	2,911	0	-4,323	400 ÷ 1600
WO2,90	196,0	17,54	21,347	2,757	0	-4,672	400 ÷ 1600
WD2,96	199,56	17,9	21,714	2,754	0	-4,792	400 ÷ 1600
WO3	201,4	18,14	20,95 19,348	3,864 3,913	0 0	-4,182 0	400 ÷ 1050 1050 ÷ 1600
H ₂	0	31,21	6,52	0,78	0	0,12	400 ÷ 1600
02	0	49,0	7,16	1,00	0	-0,4	400 ÷ 1600
H ₂ 0	57,8	45,1	7,17	2,56	0	0,08	400 ÷ 1600

strona

Streszczenia	3
Wykaz oznaczeń	4
1. Wstep	5
2. Metale trudnotopliwe i ich tlenki	5
2.1. Układy równowag fazowych metal - tlen	6
3. Podstawy teoretyczne	11
3.1. Kryterium termodynamiczne reakcji utleniania i redukcji	11
3.2. Termodynamika procesów próżniowych	15
4. Metodyka obliczeń	18
4.1. Potencjał termodvnamiczny reakcji rozkładu tlenków	18
4.2. Redukcja tlenków wodorem	20
A 3. Dysociacia i odparowanie tlenków w próżni	21
5. Wyniki i dyckucia	22
5.1. Reskoje utlenjenje i redukcji tlenków	22
5.2. Procesu prátnicke	26
5.3. Apolize uppikáu obliozof	30
C. Ordenenersia	33
6. Podsumowanie	35
BIDIIografia	36
Załącznik: lablice danych termochemicznych	20

WYDAWNICTWA PRZEMYSŁOWE WEMA

opracowują i wydają na zlecenie przedsiębiorstw przemysłowych publikacje z zakresu informacji techniczno-handlowej, w szczególności:

- katalogi wyrobów, katalogi części wymiennych, karty katalogowe,
- informatory,
- dokumentacje techniczno-ruchowe,
- instrukcje obsługi, naprawy, bhp,
- taryfikatory, normatywy, indeksy wyrobów, indeksy materialowe,
- książki i karty gwarancyjne.
- druki reklamowe, ulotki, prospekty, foldery.

WEMA oferuje również obsługę wydawniczą:

- targów,
- konferencji,
- sympozjów.

WYDAWNICTWA PRZEMYSŁOWE WEMA ul. Daniłowiczowska 18. 00-950 Warszawa

Telefony:

Centrala Dyrektor i Naczelny Redaktor Z-ca Dyrektora ds. Technicznych

Zlecenia przyjmują: Redakcja Katalogów i Publikacji Ciągłych

Redakcja Wydawnictw Firmowych

27-54-56 do 59 27-21-17 27-56-13

27-49-47 lub 27-54-56, wewn. 41 635-62-78 lub 27-54-56, wewn. 44



