

Akademia Górniczo-Hutnicza im. Stanisława Staszica w Krakowie

AGH UNIVERSITY OF SCIENCE AND TECHNOLOGY

METODYKA BADAŃ KINETYKI UTLENIANIA METALI

http://home.agh.edu.pl/~grzesik



Miarą szybkości korozji metalu jest ubytek jego grubości, Δx , odniesiony do czasu trwania procesu korozji.





Metody pomiaru szybkości procesu korozji przebiegającego w warunkach izotermicznych

- Metoda grawimetryczna
- Metoda wolumetryczna
- Metoda manometryczna
- Metody optyczne
- Metoda pastylkowa
- Metoda redukcji katodowej
- Metoda elektrochemiczna
- Metoda pomiaru szybkości korozji metali w parze wodnej





ASM Handbook, vol. 13a, ASM International, Materials Park, Ohio, USA, 2003



N. Birks, G.H. Meier and F.S Pettit, Introduction to the high temperature oxidation of metals, Cambridge, University Press, 2009

Schemat aparatury termograwimetrycznej wyposażonej w automatyczną mikrowagę



N. Birks, G.H. Meier and F.S Pettit, Introduction to the high temperature oxidation of metals, Cambridge, University Press, 2009

www.agh.edu.pl

AGH



K. Adamaszek, Z. Jurasz, L. Swadzba, Z. Grzesik, S. Mrowec, High Temp. Mater. Processes, 26, 115 (2007)



Charakterystyka problemów związanych z badaniami w atmosferze par siarki

Siarka jest ciałem stałym w warunkach normalnych, a jej pary w podwyższonych i wysokich temperaturach są niezwykle agresywne, nawet w ilościach śladowych wszystkie metale. Standartowe, automatyczne urzadzenia atakujac mikrotermograwimetryczne, stosowane do badania procesów utleniania metali i odstępstw od stechiometrii w tlenkach nie mogły znaleźć zastosowania w atmosferach zawierających siarkę, gdyż przestrzeń reakcyjna i pozostałe części aparatury do siarkowania, muszą być utrzymywane w temperaturze wyższej od temperatury wrzenia siarki, aby uniemożliwić skraplanie się jej par na częściach aparatury. Rozwiązaniem tego chłodniejszych problemu bvło zastosowanie spirali kwarcowej spełniającej rolę termowagi. Konstruowane od około 70 lat aparatury cechowały się istotnymi wadami:

- użycie w roli termowagi spirali kwarcowej, która z zasady nie charakteryzuje się wystarczająco dużą czułością do rejestracji bardzo małych zmian masy badanych materiałów (2x10⁻⁵ g),
- brak możliwości prowadzenia długotrwałych pomiarów i/lub dokonywania raptownych zmian prężności par siarki, które to zmiany są wymagane w przypadku badań własności transportowych siarczków
- brak możliwości dokładnego określenia prężności par siarki w przestrzeni reakcyjnej,
- kłopotliwy proces przygotowawczy poprzedzający każdorazowy pomiar, polegający na cięciu i spawaniu rury kwarcowej.



P. W. Geld, A. K. Krasowska, Z. Fiz. Chim., **34** (1960) 1585

Ge Wang, F. Gesmundo, D. L. Douglass, Oxid. Met., **31** (1989) 453

M. Danielewski, S. Mrowec, J. Therm. Anal., 29 (1984) 1025

R. Rusiecki, A. Wójtowicz, S. Mrowec, K. Przybylski, Solid State Ionics, 21 (1988) 273

M. Danielewski, S. Mrowec, A. Wójtowicz, Oxid. Met., 35 (1991) 223

Z. Grzesik, S. Mrowec, T. Walec, J. Dąbek, J. Therm. Anal. Cal., 59 (2000) 985

Z. Grzesik, Ceramika, 87 (2005) 1-124

Wybrane cechy nowoczesnych aparatur mikrotermograwimetrycznych

- wysoka czułość mikrowagi: 0,1 μg
- maksymalna masa próbki: 5 g
- zakres pomiaru zmian masy: 1 g
- automatyczny pomiar i rejestracja zmian masy próbki
- możliwość prowadzenia długotrwałych pomiarów
- możliwość dokonywania gwałtownych zmian ciśnienia utleniacza w strefie reakcyjnej
- możliwość prowadzenia badań w atmosferach agresywnych o różnorodnym składzie

Metoda wolumetryczna

AGH Metoda polega na pomiarze objętości gazowego utleniacza, wiązanego przez próbkę.

J. Engell, K. Hauffe, B. Ilschner, Z. Elektrochem., 58, 382 (1954)

Metody optyczne stosowane są w badaniach kinetyki powstawania cienkich warstw nalotowych na metalach. Polegają one na badaniu:

- zmian stopnia absorpcji promieniowania przechodzącego przez cienką próbkę (kilka nm) utlenianego metalu.
- barw interferencyjnych światła odbitego od próbki utlenianego metalu.

H. Rickert, Z. Phys. Chem. Neue Folge, 23, 356 (1960)

S. Mrowec, *An Introduction to the Theory of Metal Oxidation*, National Bureau of Standards and National Science Foundation, Washington D.C., 1982.

W. Cambell, J. Thomas, J. Electrochem. Soc., 76, 303 (1939)

Metoda polega na anodowym utlenianiu danego metalu w układzie umożliwiającym zachodzenie elektrolizy w fazie stałej. Katodę stanowi tlenek metalu, ulegający redukcji w czasie przebiegu reakcji.

Temperatura pokojowa

(+)Pt |Me|ZrO₂(CaO)|Fe₃O₄|Pt(-)

Atmosfera obojętna

Temperatura reakcji

(+)Pt |Me|MeO|ZrO₂(CaO)|FeO|Fe₃O₄|Pt(-)

Atmosfera obojętna

O. Kubaschewski, H. Ebert, Z. Metallk., 38, 232 (1947)

Kinetyczne prawa utleniania metali

- Prawo liniowe
- Prawo paraboliczne
- Prawo kubiczne
- Prawo wykładnicze
- Prawo logarytmiczne
- Prawo odwrotnie logarytmiczne

Kinetyczne prawa utleniania metali

PRAWO KINETYCZNE	NAJWOLNIEJSZY PROCES CZĄSTKOWY
Liniowe	Adsorpcja utleniacza na czystej powierzchni metalu; reakcje
	na granicach faz
Paraboliczne	Dyfuzyjny transport jonów i elektronów w warstwie
	zgorzeliny
Kubiczne	Dyfuzyjny transport jonów i elektronów w warstwie
	zgorzeliny, w obecności pola elektrycznego
Logarytmiczne	Dyfuzyjny transport elektronów, kontrolowany obecnością
	przestrzennego ładunku elektrycznego w warstwie
	zgorzeliny
Odwrotnie	Dyfuzyjny transport jonów w cienkiej warstwie zgorzeliny, w
logarytmiczne	obecności pola elektrycznego

Kinetyczne prawa utleniania metali – prawo liniowe

Powstawanie lotnych produktów reakcji:

$\frac{dx_{Me}}{dt} = k_1$	$\frac{d\left(\frac{m}{S}\right)}{dt} = k_1$
$x_{Me} = k_1 \cdot t + C$	$\frac{\Delta m}{S} = k_1 \cdot t + C$
x _{Me} – ubytek grubości metalu [cm] t – czas reakcji [s] k ₁ – liniowa stała szybkości utleniania [cm⋅s ⁻¹] C – stała całkowania [cm]	$\begin{array}{l} \Delta m-zmiana\ masy\ próbki\ [g]\\ t-czas\ reakcji\ [s]\\ k_l-liniowa\ stała\ szybkości\ utleniania\ [g\cdot cm^{-2}\cdot s^{-1}]\\ C-stała\ całkowania\ [g\cdot cm^{-2}]\\ S-powierzchnia\ próbki\ [cm^2] \end{array}$

- Powstawanie porowatej zgorzeliny
- Powstawanie zwartej zgorzeliny; najwolniejszym procesem cząstkowym są reakcje na granicach faz, a nie dyfuzja w zgorzelinie (np. w przypadku gdy podaż utleniacza jest mniejsza od jego popytu)

$$\frac{d\left(\frac{m}{S}\right)}{dt} = k_1 \qquad \qquad \frac{\Delta m}{S} = k_1 \cdot t + C$$

Kinetyczne prawa utleniania metali – prawo paraboliczne

AGH Najwolniejszym procesem cząstkowym determinującym szybkość powstawania zgorzeliny jest dyfuzyjny transport substratów przez ciągłą warstwę powstającego na powierzchni metalu produktu reakcji (zgorzeliny).

C

$$\frac{\mathrm{d}x}{\mathrm{d}t} = \frac{\mathbf{k}_{\mathrm{p}}'}{\mathbf{x}} \qquad \mathbf{x}^2 = 2\,\mathbf{k}_{\mathrm{p}}' \cdot \mathbf{t} + \mathbf{k}_{\mathrm{p}}' \cdot \mathbf{k} + \mathbf{k}_{\mathrm{p}}$$

Równanie Tammann'a (1920)

- x grubość zgorzeliny [cm]
- t czas reakcji [s]
- k'_p paraboliczna stała szybkości utleniania [cm²·s⁻¹]
- C stała całkowania [cm²]

Model powstawania zgorzelin Tammann'a

MeMeXX2
$$j_x = \frac{dx}{dt} \cdot c_x = -D_x \frac{dc_x}{dx} = -D_x \frac{\Delta c_x}{x}$$
 $\frac{dx}{dt} = \frac{const}{x} = \frac{k'_p}{x}$

$$\frac{d(\overline{S})}{dt} = \frac{k_p}{\Delta m} \qquad \left(\frac{\Delta m}{S}\right)^2 = k_p \cdot t + C \qquad \text{Równanie Pilling'a-Bedworth'a (1923)}$$

- $\Delta m-\text{zmiana}$ masy próbki [g]
- t czas reakcji [s]
- k_p paraboliczna stała szybkości utleniania [g²·cm⁻⁴·s⁻¹]
- C stała całkowania [g²·cm⁻⁴]
- S powierzchnia próbki [cm²]

$$\frac{\Delta m}{S} \rightarrow 0 \implies \frac{d\left(\frac{\Delta m}{S}\right)}{dt} \rightarrow \infty$$

$$k_{p} = 2 \left(\frac{M_{o}}{\overline{V} \cdot Z_{o}}\right)^{2} k'_{p}$$

gdzie:

- k_p paraboliczna stała szybkości utleniania [g²cm⁻⁴s⁻¹]
- k'_p paraboliczna stała szybkości utleniania [cm²s⁻¹]
- \overline{V} równoważnikowa objętość związku tworzącego zgorzelinę (np. tlenku)
- M_{O} masa atomowa utleniacza (np. tlenu)
- Z_{0} wartościowość anionów utleniacza w zgorzelinie

- t czas reakcji [s]
- k_c kubiczna stała szybkości utleniania [cm³·s⁻¹]
- C stała całkowania [cm³]

S – powierzchnia próbki [cm²]

$$\log\left(\frac{\Delta m}{S}\right) = \frac{1}{n} \cdot \log(k_n) + \frac{1}{n} \cdot \log(t)$$

AGH

$$\mathbf{x} = \mathbf{A} \cdot \log(\mathbf{Bt} + \mathbf{C}) \tag{1}$$

$$\mathbf{x} = \mathbf{A} \cdot \log(\mathbf{t} + \mathbf{B}) + \mathbf{C} \quad (2)$$

$$\mathbf{x} = \mathbf{A} \cdot \log(\mathbf{t}) + \mathbf{B} \tag{3}$$

Prawo odwrotnie logarytmiczne

 $x^{-1} = A - B \cdot log(t)$ (1,2,3)

x – grubość zgorzeliny t – czas reakcji A, B, C – stałe

- (1) S. Mrowec, "Kinetyka i mechanizm utleniania metali", Wydawnictwo Śląsk, Katowice, 1982, str. 78
- (2) P. Kofstad, "High Temperature Corrosion", Elsevier Applied Science, London New York, 1988, str. 16
- (3) A.S. Khanna, "Introduction to High Temperature Oxidation and Corrosion", ASM International, Materials Park, 2002, str. 63

Podstawowe zależności wyprowadzone
dla zgorzelin wielowarstwowych
$$X^{2} = 2k'_{tot}t \qquad X_{1}^{2} = 2k'_{1}t \qquad X_{2}^{2} = 2k'_{2}t$$
$$X^{2} = (X_{1} + X_{2})^{2} = (\sqrt{2k'_{1}t} + \sqrt{2k'_{2}t})^{2} = 2k'_{tot}t$$
$$\sqrt{2k'_{1}t} + \sqrt{2k'_{2}t} = \sqrt{2k'_{tot}t}$$
$$\sqrt{k'_{1}} + \sqrt{k'_{2}} = \sqrt{k'_{tot}}$$
$$\sum_{i=1}^{n} \sqrt{k'_{i}} = \sqrt{k'_{tot}}$$

-

Podstawowe zależności wyprowadzone dla zgorzelin wielowarstwowych AGH $X^2 = 2k'_{tot}t$ $X_1^2 = 2k_1't$ $X_2^2 = 2k'_2t$ $\frac{X_1^2}{X^2} = \frac{2k_1't}{2k_{tot}'t}$ $\frac{X_1^2}{X^2} = \frac{k_1'}{k_{tot}'}$ $\frac{X_2^2}{X^2} = \frac{k_2'}{k_{\text{tot}}'}$ $\frac{X_i^2}{X^2} = \frac{k_i'}{k_{tot}'}$

I etap reakcji – dyfuzja w zgorzelinie nie jest najwolniejszym procesem II etap reakcji – dyfuzja w zgorzelinie jest najwolniejszym procesem

S. Mrowec, *An Introduction to the Theory of Metal Oxidation*, National Bureau of Standards and National Science Foundation, Washington D.C., 1982.

P. Kofstad, High Temperature Corrosion, Elsevier Applied Science, London and New York, 1988.

Temperaturowa zależność szybkości utleniania chromu

David J. Young, "High temperature oxidation and corrosion of metals", Elsevier, Sydney 2008.

P. Kofstad, High Temperature Corrosion, Elsevier Applied Science, London and New York, 1988.

AGH

S. Mrowec and Z. Grzesik, "Oxidation of nickel and transport properties of nickel oxide", Journal of Physics and Chemistry of Solids, **65**, 1651 (2004).

Utlenianie w warunkach cyklicznych danego materiału jest procesem składającym się z szeregu następujących po sobie cykli zmian temperatury. Każdy cykl rozpoczyna się gwałtownym ogrzaniem badanej próbki znajdującej się w atmosferze utleniającej od temperatury początkowej (na ogół jest to temperatura pokojowa) do temperatury reakcji, w której próbka pozostaje przez określony okres czasu. Następnie próbka jest szybko chłodzona do temperatury początkowej i przetrzymywana w tych warunkach przez pewien okres, po którym rozpoczyna się kolejny cykl takich samych zmian temperatury. Po każdym cyklu lub po określonej ich liczbie mierzona jest masa próbki, a uzyskane wyniki przedstawiane są w postaci zmian masy próbki odniesionych do jej jednostkowej powierzchni w funkcji czasu.

David J. Young, "High temperature oxidation and corrosion of metals", Elsevier, Sydney 2016.

David J. Young, "High temperature oxidation and corrosion of metals", Elsevier, Sydney 2016.

David J. Young, "High temperature oxidation and corrosion of metals", Elsevier, Sydney 2016.

David J. Young, "High temperature oxidation and corrosion of metals", Elsevier, Sydney 2016.

KONIEC