

10. Лариков, Л. Н. Диффузионные процессы в твердой фазе при сварке [Текст] / Л. Н. Лариков, В. Р. Рябов, В. М. Фальченко. – М. : Машиностроение, 1975. – 192 с.
11. Wang, X. Determination of the kinetics of $TiAl_3$ formation from fine Ti and Al particles using differential scanning calorimetry / X. Wang, H. Y. Sohn, M. E. Schlesinger // Materials Science and Engineering. – 1994. – No. A 186. – P. 151-155.

Публікація містить результати досліджень, виконаних за підтримки МОНУ в рамках держбюджетної науково-технічної (експериментальної) роботи молодих вчених № 0119U100588.

БЕЛОКОНЬ Юрий Александрович, кандидат технических наук, доцент кафедры обработки металлов давлением, Запорожская государственная инженерная академия (Украина, Запорожье). E-mail: belokon.zp@gmail.com

ТЕХНОЛОГИЧЕСКИЕ ОСНОВЫ ПОЛУЧЕНИЯ ИНТЕРМЕТАЛЛИДНЫХ КАТАЛИЗАТОРОВ НА ОСНОВЕ АЛЮМИНИДОВ НИКЕЛЯ

В работе на основе экспериментальных методов исследования кинетики взаимодействия интерметаллидных сплавов в условиях самораспространяющегося высокотемпературного синтеза получены аналитические уравнения температурно-временных зависимостей образования интерметаллидов в системе Ni-Al и их энергии активации. Установлено, что для реакции взаимодействия никеля и алюминия с образованием первых кристаллов интерметаллидов энергия активации составляет 42,917 кДж/моль. Также в работе, на основании модели Джонсона-Мела-Аврами-Колмогорова, получены зависимости определяющие температуру и время синтеза, при которой достигается нужная степень химического превращения. Результаты исследования могут быть использованы при получении интерметаллидных катализаторов.

Ключевые слова: самораспространяющийся высокотемпературный синтез, кинетика, интерметаллик, алюминид никеля, энергия активации, катализатор

Belokon' Yuriy, candidate of technical sciences, Associate Professor of Department of Metal Forming, Zaporizhzhia State Engineering Academy (Ukraine, Zaporizhzhia). E-mail: belokon.zp@gmail.com

TECHNOLOGICAL BASES OF OBTAINING INTERMETALLID CATALYSTS BASED ON NICKEL ALUMINIDS

The intermetallide systems of Ni-Al are chosen for the study. This system belongs to the group of intermetallic systems in which the adiabatic combustion temperature is equal to the melting point of the product formed ($T_m = T_{ad}$). Analytic equations of the temperature-time dependences of the formation intermetallides in the Ni-Al system and their activation energy are obtained on the basis of experimental methods for studying the kinetics of the interaction intermetallic alloys under conditions of self-propagating high-temperature synthesis. An investigation of the laws of heat release during thermal autoignition made it possible to establish the following sequence of reactions: $NiAl_3 \rightarrow Ni_2Al_3 \rightarrow NiAl$. Varying the synthesis temperature, and hence the speed below the ignition limit, allows us to find the value at which the required degree of chemical transformation is achieved within the established synthesis time. Thus, at a temperature of maximum ignition of 530 °C, the total depth of the chemical transformation is reached in 220 s, the temperature decrease to 490°C leads to an increase in the synthesis time by a factor of 2. It is established that for the reaction of the interaction nickel and aluminum with the formation of the first crystals of intermetallides, the activation energy is 42.917 kJ/mol. Also in the work, on the basis of the Johnson-Mel-Avrami-Kolmogorov model, dependences determining the temperature and the synthesis time at which the required degree of chemical transformation is reached are obtained. The results of the study can be used to obtain intermetallic catalysts. It is set that for the reaction of co-operation of nickel and aluminium with formation of the first crystals інтерметалідів energy of activating makes the 43 kJ/moth of clothes. The calculation of depth of chemical transformation on the Dzonson-Mel- Avrami -Kolmogorov model of showed, that at the temperature of maximum self-ignition 530 °C gives the complete depth of chemical transformation on 220 °C, decline of temperature to the size 490 °C results in the increase of time of converting ~ into 2 times. Receipt results can be using for the receipt of intermetallic catalysts in the conditions of high temperature synthesis.

Key words: self-propagating high-temperature synthesis, kinetics, intermetallide, nickel aluminide, activation energy, catalyst

УДК 622.646.023:536.24

DOI:10.26661/2071-3789-2019-1-41-11

Скачков Віктор Олексійович, професор, доктор технічних наук
Іванов Віктор Ілліч, старший науковий співробітник
Нестеренко Тетяна Миколаївна, доцент, кандидат технічних наук
Бережна Ольга Русланівна, доцент, кандидат технічних наук

ДЕЯКІ ФІЗИКО-ТЕХНІЧНІ ХАРАКТЕРИСТИКИ ПЛАСТИНЧАСТОГО ТА ОБ'ЄМНОГО ПІРОГРАФІТУ

Запорізька державна інженерна академія

Вивчено низку фізико-технічних характеристик об'ємного та пластинчастого піографіту. Встановлено вплив швидкості потоку реакційних газів під час осадження піографіту на швидкість його зростання, міжплощинну відстань і висоту кристалітів, а також вплив мікроструктурних деформацій, міжплощинної відстані та висоти кристалітів на межу міцності на вигин піографіту.

Ключові слова: пластинчастий та об'ємний піографіт, мікроструктурна деформація, міжплощинна відстань, висота кристалітів, межа міцності на вигин, коефіцієнт тертя

Вступ. Піографіт різної структури, одержаний осадженням з газової фази за температури 2200-2400 °C, є матеріалом, найбільш стійким до зовнішніх умов експлуатації. За підвищенню температури міцність піографіту в площині осадження зростає, досягаючи максимального значення за температури 2800 °C і становить 320-350 МПа, в той час як модуль його пружності у зазначеній площині характеризується незначним зниженням за температур випробування вище 1500 °C [1].

Під час осадження пластинчастого піографіту атомні площини вуглецю розташовуються паралельно до поверхні осадження [2-4]. У площині осадження його властивості є ізотропними, а за напрямком, перпендикулярним до зазначененої площині, значно відрізняються, що дозволяє відносити такий матеріал до трансверсально-ізотропного середовища [5].

Структура та властивості піографіту залежать від технологічних параметрів газофазних процесів його одержання, що реалізовують у термохімічних реакторах проточного типу [6,7].

В роботі [8] досліджено залишкові термоструктурні мікронапруження у пластинчастому піографіту та встановлено залежність його механічних характеристик від залишкових мікронапруженень.

Постановка завдання. Завдання дослідження – оцінити кінетичні параметри процесу осадження піографіту, вивчити його рентгеноструктурні характеристики та їх вплив на механічні та триботехнічні параметри.

Відомо, що структури пластинчастого та об'ємного піографіту значно відрізняються одна від одної [10]. Якщо, пластинчастий піографіт

складено плоскими вуглецевими шарами, що мають низькі характеристики міцності у напрямку, перпендикулярному до зазначених шарів, то для об'ємного піографіту характерні чіткі конуси зростання, в яких атомні вуглецеві площини мають конусоподібний вигляд. Така структура має меншу ступінь текстури та меншу схильність до розтріскування.

Дослідний режим осадження піографіту реалізовано за температури 2200 °C в умовах лінійної швидкості руху реакційних газів у межах (80-220)·10⁻⁴ м/с та їх концентрації (0,1-3,2)·10⁻⁶ моль/л.

Методом рентгеноструктурного аналізу на дифрактометрі ДРОН-2У (мідне K_{α} -випромінювання, довжина хвилі $\lambda = 0,154 \cdot 10^{-9}$ м) визначено міжплощинну відстань d_{002} , висоту кристалітів L_a і L_c , а також рівень залишкових мікроструктурних деформацій $\varepsilon_{\text{зал}}$.

Міжплощинну відстань d_{002} обчислено з використанням кута дифракції θ за формулою Брегга-Вульфа

$$d_{002} = \frac{\lambda}{2 \sin \theta}. \quad (1)$$

Розміри кристалітів піографіту визначено за ширину дифракційних ліній з використанням формули Селякова-Шеррера:

$$L_a = \frac{\lambda \cdot A_a}{\beta \cdot \cos \theta}; \quad (2)$$

$$L_c = \frac{\lambda \cdot A_c}{\beta \cdot \cos \theta}, \quad (3)$$

де L_a, L_c – розміри кристалітів у площині 002 і 004 відповідно; A_a, A_c – постійні коефіцієнти, $A_a = 1,84$; $A_c = 0,89$; β – ширина дифракційних ліній на піввисоти максимуму рентгенограми.

Межу міцності на вигин зразків для пірографіту визначали, використовуючи метод триточкового вигину на машині FP-100.

У табл. 1 подано залежність межі міцності на вигин σ_B об'ємного пірографіту від висоти його кристалітів L_c для міжплощинної відстані $d_{002} = 3,425$.

Таблиця 1 – Вплив висоти кристалітів L_c пірографіту на його межу міцності на вигин σ_B

L_c , Å	75	80	85	90	93	95	100	105	110
σ_B , МПа	20,0	22,3	23,7	24,3	24,5	24,4	24,1	23,4	21,5

За даними табл. 1 встановлено, що межа міцності на вигин σ_B має чіткий максимум, який складає 24,5 МПа за висоти кристалітів $L_c = 93$ Å. Подальшими експериментами визначено, що межа міцності на вигин пірографіту практично

лінійно залежить від мікроструктурної деформації та зростає зі збільшенням зазначеного параметра (табл. 2). Зростання міжплощинної відстані пірографіту супроводжується незначним зниженням межі міцності на вигин σ_B (табл. 3).

Таблиця 2 – Вплив мікроструктурної деформації $\varepsilon_{зал}$ на межу міцності на вигин пірографіту σ_B

$\varepsilon_{зал} \cdot 10^{-2}$, %	0,40	0,45	0,50	0,55	0,60	0,65	0,70
σ_B , МПа	6,90	9,80	12,70	15,60	18,50	21,40	24,30

Таблиця 3 – Вплив міжплощинної відстані d_{002} на межу міцності на вигин пірографіту σ_B

$d_{002}, 10^{10}$ м	3,400	3,405	3,410	3,415	3,420	3,425	3,430
σ_B , МПа	22,0	21,8	21,7	21,5	21,4	21,3	21,0

Залежність висоти кристалітів пірографіту L_a від швидкості руху потоку реакційних газів \varTheta (табл. 4): підпорядковується параболічному закону: максимальне значення зазначеного параметра відповідає величині $266 \cdot 10^{-10}$ м за швидкості руху потоку реакційних газів $140 \cdot 10^{-10}$ м/с. Одночасно висота кристалітів пірографіту збільшується від $210 \cdot 10^{-10}$ до $255 \cdot 10^{-10}$ м у діапазоні концентрації метану від $0,1 \cdot 10^{-6}$ до $2,1 \cdot 10^{-6}$ моль/л.

Таблиця 4 – Вплив швидкості руху потоку реакційних газів \varTheta на висоту кристалітів L_c , міжплощинну відстань d_{002} і швидкість осадження пірографіту V_{nz}

$\varTheta \cdot 10^{-4}$, м/с	80	100	120	140	160	180	190	200
$L_c, 10^{-10}$ м	220	240	256	266	257	248	236	210
$d_{002}, 10^{-10}$ м	3,4244	3,4252	3,4265	3,4305	3,4324	3,4275	3,4257	3,4246
$V_{nz} \cdot 10^{-10}$, м/с	-	0,010	0,016	0,031	0,062	0,205	0,409	0,595

Зафіксовано наявність нелінійного зростання швидкості осадження пірографіту V_{nz} від $0,03 \cdot 10^{-10}$ до $0,19 \cdot 10^{-10}$ м/с у інтервалі значень $\varTheta = (80-180) \cdot 10^{-10}$ м/с. Під час подальшого збільшення параметра \varTheta відбувається практично лінійне зростання швидкості осадження пірографіту.

Методами математичної статистики [11] отримано рівняння регресії залежності межі міцності на вигин пірографіту σ_B від рентгеноструктурних і механічних характеристик:

$$\sigma_u = -150,41 + 4,42L_c + 48,37d_{002} +$$

Слід зазначити наявність досить складного характеру залежності змінювання міжплощинної відстані пірографіту d_{002} від швидкості руху потоку реакційних газів \varTheta (табл. 4). Так, у інтервалі значень параметра $\varTheta = (120-160) \cdot 10^{-10}$ м/с зафіксовано збільшення міжплощинної відстані пірографіту на $0,55 \cdot 10^{-10}$ м, а в інтервалі його значень $(160-200) \cdot 10^{-4}$ м/с – її пониження на $0,8 \cdot 10^{-10}$ м.

$$+22,36 \varepsilon_{зал} - 17,92 d_{002}^2 - 10,06 \varepsilon_{зал}^2 - 0,02 L_c^2 . \quad (4)$$

На значення фізико-технічних характеристик пірографіту значно впливає рівень залишкових мікроструктурних деформацій $\varepsilon_{зал}$. В свою чергу, параметр $\varepsilon_{зал}$ залежить від висоти кристалітів L_c , міжплощинної відстані d_{002} та товщини об'ємного пірографіту [12].

Регресійне рівняння, яке визначає рівень залишкових мікроструктурних деформацій $\varepsilon_{зал}$, можна подати як квадратичний поліном:

$$\varepsilon_{\text{пд}} = 1,7615 + 0,0013 L_c + 0,3300 d_{002} - 0,0666 h + 0,5160 \cdot 10^{-5} L_c^2 - \\ - 0,1360 d_{002}^2 + 0,7110 \cdot 10^{-3} h^2 - 0,0014 L_c \cdot d_{002} + 0,520 \cdot 10^{-4} L_c \cdot h + 0,0081 h \cdot d_{002}, \quad (5)$$

де h – товщина пірографіту.

Дослідження триботехнічних характеристик пірографіту в умовах сухого тертя здійснювали за схемою «диск-колодка». Диск діаметром 50 мм виготовляли із сірого чавуну, зразки обох видів пірографіту виконували, з урахуванням їх анізотропії, у вигляді колодки розмірами 16x10x11 мм. Напрям площини тертя відносно поверхні осадження складав 0, 45 і 90 кутових градусів.

Таблиця 5 – Коефіцієнти тертя об’ємного та пластинчастого пірографіту

Вид зразка пірографіту	Питомий тиск, МПа	Коефіцієнт тертя пірографіту залежно від кута нахилу напрямку площини тертя:		
		0	45	90
Об’ємний	0,55	0,070	0,075	0,217
	0,80	0,192	0,200	0,500
	1,50	0,150	0,180	0,400
Пластинчастий	0,55	0,070	0,080	0,270
	0,80	0,192	0,225	0,360
	1,50	0,120	0,210	0,296

З аналізу одержаних результатів (табл. 5) виходить, що зі збільшенням питомого тиску коефіцієнт тертя змінюється суттєво нелінійно. Найбільше значення зазначеного параметра відповідає питомому тиску 0,80 МПа, збільшення якого до 1,50 МПа зумовлює зниження коефіцієнта тертя на 21-37 % у площині осадження, на 6-10 % під кутом 45° і на 18-20 % під кутом 90°.

Максимальне значення коефіцієнта тертя відповідає площині ковзання, що спрямована перпендикулярно до поверхні осадження. У цьому напрямі пірографіт не має самозмащувальної спроможності, що спричинено зрушеннем базових вуглецевих площин одна до одної.

Для площин ковзання, що розташовано під кутом 45°, з’являється можливість для зрушень окремих базових вуглецевих поверхонь. Міжплощинна міцність у пірографіту практично порівнююється з рівнем залишкових напружень. Поява сили тертя, що спрямована паралельно

Випробування зразків здійснювали на машині тертя СМТ-1М за стандартною методикою. Коефіцієнти тертя визначали за вимірюним моментом тертя та заданим навантаженням на зразок.

Одержані значень коефіцієнта тертя об’ємного та пластинчастих пірографіту наведено у табл. 5.

Таблиця 5 – Коефіцієнти тертя об’ємного та пластинчастого пірографіту

або під невеликим кутом до базових вуглецевих шарів, створює умови їх відривання на окремих мікроділянках, а також зумовлює появу явища самозмащування та зниження коефіцієнта тертя практично у 2,0-2,5 разів.

У разі збігання площини ковзання з поверхнею осадження пірографіту реалізується механізм самозмащування та коефіцієнт тертя має мінімальне значення.

Висновки. Виявлено відмінності у структурі конусів зростання та їх розташування для пластинчастого й об’ємного пірографіту. Вивчено залежності межі міцності на вигин пірографіту від його рентгеноструктурних характеристик. Встановлено вплив швидкості руху потоку реакційних газів під час осадження пірографіту на швидкість його осадження, міжплощинну відстань і висоту кристалітів. Визначено коефіцієнти тертя для об’ємного та пластинча того пірографіту залежно від нахилу поверхні тертя до площини осадження.

Бібліографічний перелік

- Свойства конструкционных материалов на основе углерода [Текст] : справочник; под ред. В. М. Соседова. – М. : Машиностроение, 1975. – 335 с.
- Федосеев, Д. В. Гетерогенная кристаллизация из газовой фазы [Текст] / Д. В. Федосеев, Р. К. Жучков, А. Г. Гривцов. – М. : Наука, 1978. – 100 с.
- Марьясин, И. А. Кинетика роста углеродной поверхности в интервале температур 1400-1700 °C [Текст] / И. А. Марьясин, П. А. Теснер // Доклады АН СССР. – 1961. – Т. 140, № 6. – С. 1121-1124.
- Городецкий, А. Е. Структура тонких пленок пироуглерода, полученных из метана [Текст] / А. Е. Городецкий, П. А. Теснер // Доклады АН СССР. – 1972. – Т. 203, № 6. – С. 1336-1338.

5. **Лехницкий, С. Г.** Теория упругости анизотропного тела [Текст] / С. Г. Лехницкий. – М. : Наука, 1977. – 415 с.
6. **Гурин, В. А.** Кристаллическая структура пирографіту и каталитически осажденного углерода [Текст] / В. А. Гурин, Н. С. Полтавцев, И. В. Гурин // Вопросы атомной науки и техники. – 2006. – № 4. – С. 195-199.
7. **Гурин, И. В.** Исследование особенностей термоградиентного газофазного уплотнения пироуглеродом пористых сред с использованием сжиженных углеводородных газов [Текст] / И. В. Гурин, О. Г. Капленко, В. В. Колосенков // Вопросы атомной науки и техники. – 2004. – № 3. – С. 127-129.
8. **Скачков, В. А.** Исследование остаточного напряженного состояния в пластинчатом пирографіте [Текст] / В. А. Скачков, В. И. Иванов // Современные проблемы и пути их решения в науке, транспорте, производстве и образовании. – Одесса : ИМФ України. – 2008. – Т. 4. – С. 43-45.
9. **Скачков, В. А.** Анализ методов газофациального уплотнения пористых углеродных композитов [Текст] / В. А. Скачков // Металлургія : наукові труди Запорізької державної інженерної академії. – Запоріжжя : РІО ЗГІА, 2003. – Вип. 7. – С. 70-77.
10. **Румшинский, Л. З.** Математическая обработка результатов экспериментов [Текст] / Л. З. Румшинский. – М. : Наука, 1971. – 192 с.
11. **Скачков, В. О.** Про структурно-механічні характеристики пирографіту [Текст] / В. О. Скачков, В. І. Іванов, О. Р. Бережна, Т. М. Нестеренко // Wykzstalcenie i nauka bez granici-2018. Materials of XIV International research and practice conference. – 07.12-15.12.2018. – Przemysl, 2018. – Vol. 19. – P. 18-19.

Скачков Виктор Алексеевич, доктор технических наук, профессор кафедры металлургии, Запорожская государственная инженерная академия (Украина, Запорожье). E-mail: vaskachkov@ukr.net

Іванов Віктор Ільич, старший научный сотрудник кафедры автоматизированного управления технологическими процессами, Запорожская государственная инженерная академия (Украина, Запорожье). E-mail: vitas1850@gmail.com

Нестеренко Татьяна Николаевна, кандидат технических наук, доцент кафедры металлургии, Запорожская государственная инженерная академия (Украина, Запорожье). tan-nesterenko@ukr.net

Бережная Ольга Руслановна, кандидат технических наук, доцент кафедры металлургии, Запорожская государственная инженерная академия (Украина, Запорожье). E-mail: belargor@ukr.net

НЕКОТОРЫЕ ФИЗИКО-ТЕХНИЧЕСКИЕ ХАРАКТЕРИСТИКИ ПИРОГРАФИТА

Выполнен комплекс экспериментов по изучению физико-технических характеристик объемного и пластинчатого пирографита. Установлено влияние скоростей потока реакционных газов в процессе осаждения пирографита на скорость его роста, межплоскостное расстояние и высоту кристаллитов, а также влияние микроструктурных деформаций, межплоскостного расстояния и высоты кристаллитов на предел прочности на изгиб пирографита.

Ключевые слова: пластинчатый и объемный пирографит, микроструктурная деформация, межплоскостное расстояние, высота кристаллитов, предел прочности на изгиб, коэффициент трения

Skachkov Victor, doctor of technical sciences, Professor of Metallurgy Department, Zaporizhzhia State Engineering Academy (Ukraine, Zaporizhzhia). E-mail: vaskachkov@ukr.net

Ivanov Victor, Senior Staff Scientist of the Department of Automated Control by Technological Process, Zaporizhzhia State Engineering Academy (Ukraine, Zaporizhzhia). E-mail: vitas1850@gmail.com

Nesterenko Tatiana, candidate of technical sciences, Associate Professor of Metallurgy Department, Zaporizhzhia State Engineering Academy (Ukraine, Zaporizhzhia). E-mail: tan-nesterenko@ukr.net

Berezhnaya Ol'ga, candidate of technical sciences, Associate Professor of Metallurgy Department, Zaporizhzhia State Engineering Academy (Ukraine, Zaporizhzhia). E-mail: belargor@ukr.net

SOME PHYSICAL AND TECHNICAL PARAMETERS OF PYROGRAPHITE

The row of physical and technical parameters for volume and laminar pyrographite is studied. Influence of flowrates of reaction gases in the deposition process for pyrographite on speed of its height, interplanar spacing and height of crystallines is set, and also influence microstructure deformations, interplanar spacing and height of crystallines on tensile of pyrographite strength on a bend is set. On the diffractometer of ДРОН-2У (determined interplanar spacing the method of X-ray analysis, height of кристаллів and also level of remaining microstructure deformations (hall. interplanar spacing d_{002}) was calculated with the use of Bregg-Vulf/ Sizes of crystallines of pyrographite determined with the use Selyakov-Sherrer formulas. By the methods of mathematical statistics equation of regression of dependence of border of durability on the bend of pyrographite (In from x-ray and mechanical descriptions is got. Regressive equation which determines the level of remaining microstructure deformations (hall can be given as a quadratic polynomial. Researches of триботехнічних descriptions of pyrographite in the conditions of dry friction carried out on a chart shoe "disk-

tree". Disk with diameter a 50 mm made from grey cast-iron, the samples of both types of pyrographite executed, taking into account their anisotropy, as a shoe tree by the sizes of 16x10x11 mm. Direction of plane of friction in relation to the surface of deposition folded 0, 45 and 90 angular degrees. The maximal value of coefficient of friction answers a slickenside which is directed athwart to the surface of deposition. In this direction of pyrographite does not have the lubricating opportunity that it is caused by the change of datum carbon planes in relation to each other. For slickensides, that it is located under the corner of 45 (, possibility appears for the change of separate base carbon surfaces. interplanar durability in pyrographite is practically compared to the level of remaining tensions. Appearance of force of friction, which is directed in parallel or under a small corner to the base carbon layers, creates the terms of their tearing away on separate microsections, and also predetermines appearance of the phenomenon of self-lubricating and decline of coefficient of friction practically in 2,0-2,5 times. In the case of running back of slickenside with the surface of deposition of pyrographite the mechanism of самозмащування and coefficient of friction will be realized has a minimum value.

Key words: laminar and volume pyrographite, microstructure deformation, interplanar spacing, height of crystallines, tensile strength on a bend, coefficients of friction

Стаття надійшла до редакції 16.01.2019 р.
Рецензент, проф. Г.О. Колобов