УДК 546.05546.02539.26539.25

# ИССЛЕДОВАНИЕ ВОЗМОЖНОСТИ ОБРАЗОВАНИЯ СПЛАВА Ti–Zr ПРИ ГОРЕНИИ СИСТЕМЫ TiO<sub>2</sub>–ZrO<sub>2</sub>–Mg

© 2019 г. В. И. Вершинников<sup>1, \*</sup>, Д. Ю. Ковалев<sup>1</sup>, Т. И. Игнатьева<sup>1</sup>, В. В. Алешин<sup>2, \*\*</sup>, Ю. М. Михайлов<sup>2</sup>

<sup>1</sup>Институт структурной макрокинетики и проблем материаловедения им. А.Г. Мержанова Российской академии наук, Россия, 142432 Московская обл., Черноголовка, ул. Академика Осипьяна, 8 <sup>2</sup>Институт проблем химической физики Российской академии наук, Россия, 142432 Московская обл., Черноголовка, пр. Академика Семенова, 1

> \*e-mail: vervi@ism.ac.ru \*\*e-mail: vva@icp.ac.ru Поступила в редакцию 20.07.2018 г.

Разработаны технологические принципы получения порошков титана и циркония с восстановительной стадией с использованием оксидов металлов. Исследована зависимость состава, структуры, дисперсности порошков от условий синтеза: состава шихты, соотношения реагирующих компонентов. Установлено, что введение избытка магния в шихту приводит к полному восстановлению металлов из оксидов, а уменьшение температуры горения шихты приводит к увеличению содержания оксида циркония в конечном продукте. Порошки титана и циркония, получаемые в режиме горения с восстановительной стадией, представляют собой агломераты, состоящие из скопления частиц, различающихся по размерам: от крупных (несколько мкм) до ультрадисперсных и наноразмерных. Использование перхлората магния в качестве подогревающей добавки приводит к образованию титанциркониевого раствора. Состав порошков подтвержден химическим, микроструктурным и рентгенофазовым методами анализа.

Ключевые слова: сплавы Zr-Ti, оксиды титана и циркония, горение, магниетермическое восстановление, порошки

DOI: 10.1134/S0002337X19020143

### введение

Титан и его сплавы имеют множество применений в различных областях науки и техники, в военной промышленности, а также для создания биоматериалов. Их преимуществами являются отличная коррозионная стойкость, относительно низкий модуль упругости, высокая удельная прочность и хорошая биосовместимость. Новые сплавы разрабатываются с добавлением Mo, Nb, Zr и Та, поскольку эти элементы не вызывают цитотоксичность [1, 2]. Кроме этого, порошки сплавов на основе титана и циркония с легированными элементами Ni, Cu, Ta, W, Re, Os и Ir используются пироиндустрии при получении запальных устройств, например, в воздушных подушках безопасности и элементах, замедляющих зажигание, в качестве газопоглотителей в вакуумных трубках, в лампах, в вакуумной аппаратуре и в установках для очистки газов [3].

Zr имеет высокую растворимость в обеих кристаллических фазах Ti и образует твердые растворы [4, 5]. В качестве замещающего элемента он вызывает упрочнение сплава, повышает коррозионную стойкость [6].

Титан-циркониевые сплавы получают различными способами. В работе [7] сплавы получены путем дуговой плавки порошков титана и циркония при 1000°С в течение 24 ч в атмосфере аргона. Обнаружено, что микроструктура Ti–Zr-сплавов изменяется от пластинчатой до игольчатой по мере увеличения содержания Zr.

В работе [8] образцы получали путем смешивания гидрированных порошков, одноосного холодного изостатического прессования с последующим уплотнением путем спекания в интервале 800–1600°С в вакууме.

В работе [9] газообразную смесь ZrCl<sub>4</sub> + TiCl<sub>4</sub> инжектировали в расплавленный магний, хлоридные компоненты восстанавливались магнием, что приводило к образованию титан-циркониевого сплава и хлорида магния. На следующем этапе магний и его хлорид полностью удаляли 1–5%-ным раствором HCl при комнатной температуре. В работе [10] использовали метод вибрационного фрезерования роликов. Из исходных порошков титана и циркония получили сплав Ti50Zr50.

Во всех приведенных работах титан-циркониевые сплавы получали для изготовления ортопедических, стоматологических и сосудистых имплантатов [11]. Однако в определенных случаях необходим высокодисперсный порошок титанциркониевого сплава с большой удельной поверхностью.

Целью настоящей работы была разработка нового способа получения высокодисперсного титан-циркониевого сплава магниетермическим восстановлением диоксидов титана и циркония.

### ЭКСПЕРИМЕНТАЛЬНАЯ ЧАСТЬ

Для получения титан-циркониевого сплава в качестве исходного сырья использовали технический диоксид титана TiO<sub>2</sub> марки 1, TУ1715-347-00545484-94; ZrO<sub>2</sub> – минеральное сырье бадделеит, сорт ПБ-1, содержание основного вещества 98%; порошок металлического магния с содержанием основного вещества 98.5–99.5% и размером частиц <250 мкм; безводный перхлорат магния (ангидрон) МРТУ 6-09-3856-67.

Размол бадделеита проводили в мельницах барабанного типа при соотношении массы бадделеита к массе шаров 1 : 5 в течение 24 ч. Удельная поверхность порошка составила 1 м<sup>2</sup>/г.

Смешение осуществляли в мельницах барабанного типа. Полученную шихту массой 400 г помещали в графитовую лодочку и поджигали с торца вольфрамовой спиралью. Горение проводили в реакторе CBC-8 в среде аргона под давлением 4 МПа.

Протекающие химические реакции в общем виде могут быть представлены следующим образом:

$$TiO_2 + 2Mg = Ti + 2MgO,$$
(1)

$$ZrO_2 + 2Mg = Zr + 2MgO.$$
 (2)

Использовался избыток магния (от 0 до 20 мас. %) для полного восстановления оксидов титана и циркония. Для увеличения скорости горения и диапазона изменения регулирующих добавок в шихту вводили окислитель — перхлорат магния. При этом перхлорат магния, взаимодействуя с магнием по реакции

$$Mg(ClO_4)_2 + 8Mg = 8MgO + MgCl_2 + Q,$$
 (3)

давал добавочное тепло при синтезе титан-циркониевых сплавов по реакциям (1), (2).

Адиабатическая температура горения для реакции (3)  $T_{a\pi} = 3771$  K.

НЕОРГАНИЧЕСКИЕ МАТЕРИАЛЫ том 55 № 2 2019

Для исследования влияния состава шихты в шихту реакции (1) вводили 10, 20, 30 и 50 мас. % шихты уравнения (2).

Спек полупродукта состава Ti–Zr–MgO измельчали в щековой дробилке, затем в мельнице барабанного типа. Выщелачивание от образовавшихся оксида магния, избытка металлического магния, а также других возможных примесей проводили раствором азотной кислоты (1:2). Протекающие при этом реакции

$$Mg + 2HNO_3 = Mg(NO_3)_2 + H_2\uparrow, \qquad (4)$$

$$MgO + 2HNO_3 = Mg(NO_3)_2 + H_2O$$
 (5)

идут с выделением тепла. Кислотное выщелачивание проводили в течение 1.5 ч на водяной бане при  $t = 60-70^{\circ}$  С.

Полученные продукты исследовали с помощью рентгенофазового и химического анализов, а также с помощью сканирующей электронной микроскопии. Рентгенофазовый анализ проводили на дифрактометре DRON-3M с применением Си*К*<sub>α</sub>-излучения. При расшифровке рентгенограмм использовали банк данных Power Diffraction File (PDF-2). Микроструктуру материала и морфологию частиц порошков изучали с применением сканирующего электронного микроскопа LEO-1450 со встроенным рентгеновским анализатором IN-CA ENERGY 350 (EDS). Распределение размера частиц устанавливали на анализаторе FRITCH PARTICLE SIZED. Удельную поверхность определяли по методике низкотемпературной адсорбции азота с использованием газохроматографической установки.

Химический анализ исследуемых продуктов на содержание основных и примесных элементов (титана, магния, циркония, кислорода, водорода) проводили по методикам, разработанным для химического анализа тугоплавких соединений. Титан определяли дифференциальным спектрофотометрическим методом в виде его комплексного соединения с диантипирилметаном; магний (примесь) – атомно-абсорбционным методом на спектрометре AAS-3 (Карл-Цейсс, Йена). Определение кислорода на приборе МЕТАВАК-АК (НПО ЭКСАН, Россия) основано на восстановительном плавлении навески образца в токе инертного газа и количественном анализе образовавшейся газовой смеси методом ИК-поглощения.

# РЕЗУЛЬТАТЫ И ОБСУЖДЕНИЕ

Для получения титан-циркониевого сплава использовали смеси, составленные из диоксида титана, диоксида циркония и магния в различных соотношениях.

После горения спеки измельчали и отмывали в азотной кислоте.

Образец	Состав шихты, мас. %			Соотношение шихт	Фазовый	ТК
	TiO <sub>2</sub>	ZrO <sub>2</sub>	Mg	реакций (1) и (2), мас. %	состав	л <sub>ад</sub> , К
1	53.90	7	39.1	90 + 10	Ti, Zr, ZrH	1944
2	47.90	14	38.1	80 + 20	Ti, Zr, ZrH	1927
3	41.90	21	37.1	70 + 30	Ti, Zr, ZrH, ZrO <sub>2</sub>	1844
4	30	35	35	50 + 50	Ti, Zr, ZrH, ZrO <sub>2</sub>	1585

**Таблица 1.** Соотношение компонентов шихты, адиабатическая температура горения и фазовый состав продукта синтеза после выщелачивания полупродукта Ti · Zr · MgO в HNO<sub>3</sub> (1 : 2)

В табл. 1 приведены результаты эксперимента.

Рентгенофазовый анализ после выщелачивания показал наличие в полученном продукте синтеза следующих фаз: Ti, Zr, ZrH (рис. 1a, 1б) и Ti, Zr, ZrH, ZrO<sub>2</sub> (рис. 1в).

В результате кислотного выщелачивания раствором HNO<sub>3</sub> (1:2) (реакции (4) и (5)) образовавшиеся в процессе синтеза оксиды магния и непрореагировавший металлический магний растворяются.

Растворение металлов сопровождается выделением водорода (реакция (4)), который поглощается цирконием с образованием гидрида циркония (рис. 1). Количество гидрида циркония увеличивается с увеличением содержания циркония в продукте синтеза. Содержание избытка магния в шихте влияет на содержание водорода в цирконии при его выщелачивании. Чем больше свободного магния, тем больше водорода войдет в цирконий, повышая его хрупкость

С увеличением доли шихты реакции (2) адиабатическая температура горения уменьшается с 1944 К (образец 1, табл. 1) до 1585 К (образец 4, табл. 1). Это приводит к увеличению содержания невосстановленного оксида циркония (рис. 1в). Уменьшение температуры горения связано с увеличением содержания в шихте слабо экзотермической смеси реакции (2).

Из рис. 1 видно, что с увеличением доли шихты реакции (2) увеличивается содержание невосстановленного оксида циркония (рис. 1в), при этом происходит увеличение содержания гидрида циркония, который образуется при кислотном выщелачивании полупродукта.

Для образцов 1 и 2 (табл. 1) происходит полное восстановление оксида циркония при горении.

На рис. 2 приведены микрофотография и распределение частиц по размерам для порошка 2 (табл. 1). На микрофотографии наблюдаются отдельно расположенные частицы титана и циркония.

Порошки представляют собой агломераты более мелких частиц с разветвленной сотовой структурой (рис. 3). Микрофотография сделана в режиме СОМРО: светлые частицы – цирконий, темные – титан.

Проведенные исследования показали, что при горении исследуемых составов выделяется недостаточное количество тепла. Образуется смесь порошков титана и циркония. Для увеличения температуры горения использовали тепло реакции (3).



**Рис. 1.** Дифрактограммы титан-циркониевого порошка после выщелачивания: а – образец 1; б – образец 2; в – образец 3 (см. табл. 1).





**Рис. 2.** Распределение (а) и микрофотография (б) частиц титана и циркония в порошке 2 (табл. 1) после выщелачивания.

Дальнейшие исследования проводились с целью получения известного [12] сплава состава

$$51.59\%$$
 Ti +  $48.41\%$  Zr (6)

в режиме горения с использованием подогревающих добавок.



Рис. 3. Микрофотография порошка 2 (табл. 1).

Используя уравнения (1) и (2), получили состав шихты

$$37.7\% \operatorname{TiO}_2 + 33.7\% \operatorname{Mg} + 28.6\% \operatorname{ZrO}_2.$$
 (7)

Данное соотношение соответствует порошку сплава (6).

Для более полного восстановления оксидов использовали 20%-ный избыток магния:

$$35.3\% \operatorname{TiO}_2 + 37.9\% \operatorname{Mg} + 26.8\% \operatorname{ZrO}_2.$$
 (8)

Для увеличения температуры горения шихты (8) использовали тепло реакции (3).

Рентгенограмма порошка 1 (табл. 2), полученного после кислотного выщелачивания, представлена на рис. 4а. РФА показывает, что образец содержит две основные фазы, которые идентифицируются как два твердых раствора — на основе Ті и Zr. Дифракционные линии фазы на основе Zr смещены в сторону больших углов, т.е. меньших межплоскостных расстояний, что свидетельствует об образовании твердого раствора титана в цирконии с меньшей ячейкой, чем у чистого циркония. Второй фазой является твердый раствор циркония в титане. Действительно, дифракционные линии титана смещены в сторону больших

Образец		Состав ших	хты, мас. %		<i>Т</i> <sub>ад</sub> , К	С, мас. %			
	TiO <sub>2</sub>	ZrO <sub>2</sub>	Mg	Mg(ClO <sub>4</sub> ) <sub>2</sub>		Mg	Ti	Zr	0
1 2 3	27.9 31.8 30.0	21.2 24.1 22.8	46.9 38.7 39.1	4.0 5.4 8.1	1688 1999 2018	0.21 0.12 0.23	48.0 46.4 44.7	49.0 45.1 46.1	1.92 6.77 7.55

**Таблица 2.** Соотношение компонентов шихты, адиабатическая температура горения и данные химического анализа порошков после выщелачивания полупродукта  $Ti \cdot Zr \cdot MgO B HNO_3 (1 : 2)$ 



Рис. 4. Дифрактограммы порошков 1 (а), 3 (б) (табл. 2) после выщелачивания.



Рис. 5. Микрофотография (а) и данные микроанализа (б) порошка 3 (табл. 2).

углов, что вызвано образованием твердого раствора с замещением части атомов титана цирконием.

Угловое положение дифракционных линий твердого раствора на основе титана соответствует фазе  $Ti_2Zr$ . Образование двух твердых растворов при горении связано с условиями синтеза, когда

времени нахождения материала в зоне максимальной температуры недостаточно для протекания диффузионного выравнивания.

Необходимо отметить существенное уширение дифракционных линий твердых растворов, что может быть связано с локальной концентрационной неоднородностью состава в пределах отдель-



Рис. 6. Микрофотография (а) и распределение частиц по размерам (б) порошка 1 (табл. 2).

ных частиц синтезированного вещества. Другой причиной уширения дифракционных линий может быть высокая дисперсность частиц, формирующихся в процессе синтеза и последующей кислотной обработки. Кроме дифракционных линий твердых растворов, на рентгенограмме присутствует слабая линия, угловое положение которой соответствует 100%-ной линии фазы ZrO<sub>2</sub>. По-видимому, часть оксида не полностью восстанавливается в процессе горения или часть восстановленного циркония окисляется перхлоратом магния.

Добавка в шихту перхлората магния до 8.1%приводит к увеличению температуры горения шихты и частичному окислению твердых растворов. После кислотного выщелачивания продукт состоял из Ti<sub>2</sub>ZrO, Ti<sub>0.67</sub>Zr<sub>0.33</sub> и ZrO<sub>2</sub> (рис. 46).

Данные химического анализа образца 3 (табл. 2) и микроанализа (рис. 5) подтверждают наличие кислорода в порошке.

На рис. 6 представлены микрофотография и распределение частиц порошка 1 (табл. 2) по размерам. Распределение показывает 46% частиц меньше 5 мкм. Остальные частицы представляют собой агломераты мелких частиц.

# ЗАКЛЮЧЕНИЕ

При одновременном восстановлении оксидов титана и циркония магнием в режиме горения образуется смесь порошков титана и циркония. Температуры горения не достаточно для образования сплавов. Для получения сплавов необходимо повышать температуру горения шихты и увеличивать время нахождения в зоне горения порошков титана и циркония.

НЕОРГАНИЧЕСКИЕ МАТЕРИАЛЫ том 55 № 2 2019

При содержании 4 мас. % в шихте перхлората магния в процессе горения образуются два твердых раствора — на основе титана и циркония. Дальнейшее увеличение содержания перхлората магния приводит к частичному окислению образующихся твердых растворов при горении.

# БЛАГОДАРНОСТЬ

Работа выполнена при финансовой поддержке Российского фонда фундаментальных исследований (проект № 16-29-01035офи м).

## СПИСОК ЛИТЕРАТУРЫ

- Niinomi M., Nakai M. Titanium-Based Biomaterials for Preventing Stress Shielding Between Implant Devices and Bone // Int. J. Biomater. 2011. V. 2011. Article ID 836587, 10 pages. doi 10.1155/2011/836587. 10.1155/2011/836587
- Rack H.J., Qazi J.I. Titanium Alloys for Biomedical Applications // Mater. Sci. Eng. 2006. V. 26. P. 1269– 1277.
- Караджа А., Зермонд Б., Ильфинг Г. Способ получения порошков сплавов на основе титана, циркония и гафния, легированных элементами: Ni, Cu, Ta, W, Re Os и Ir: Пат. RU 2 507 034 C2// Б.И.
- Hsu H.-C., Wu S.-C., Sung Y.-C., Ho W.F. The Structure and Mechanical Properties of as-cast Zr–Ti Alloys // J. Alloys Compd. 2009. V. 488. P. 279–283.
- Ho W.-F., Chen W.-K., Wu S.-C., Hsu H.-C. Structure, Mechanical Properties, and Grindability of Dental Ti–Zr Alloys // J. Mater. Sci. Mater. Med. 2008. V. 19. P. 3179– 3186.
- 6. Correa D.R.N., Vicente F.B., Donato T.A.G., Arana-Chavez V.E., Buzalaf M.A.R., Grandini C.R. The Effect of the Solute on the Structure, Selected Mechanical

Properties, and Biocompatibility of Ti–Zr System Alloys for Dental Applications // Mater. Sci. Eng. 2014. V. 34. P. 354–359.

- Won-Gi Kim, Han-Cheol Choe. Nanostructure and Corrosion Behaviors of Nanotube Formed Ti–Zr Alloy // Trans. Nonferrous Met. Soc. China. 2009. V. 19. P. 1005–1008.
- Luz T., Henriques V., de Oliveira J., Diniz E. Production of Ti–Zr Alloy by Powder Metallurgy // SAE Technical Paper 2013-36-0388. 2013. doi 10.4271/2013-36-0388
- 9. Lee D.-W., Baek Y.-K., Lee W.-J., Wang J.-P. Study on Synthesis of ZR–TI Alloy Powder Using Molten Mag-

nesium // J. Mater. Res. Innovations. 2013. V. 17. № 2. P. 113–117.

- Shulin Wang, Shengjuan Li, Bo Xua, Fangfei Cai, Laiqiang Li, Junxiang Lei. Synthesis of Binary Nano-Composite of Ti50Zr50 and Its Characterization // J. Alloys Comp. 2007. V. 429. P. 227–232.
- Kuroda D., Niinomib M., Morinaga M., Katod Y., Yashirod T. Design and Mechanical Properties of New β Type Titanium Alloys for Implant Materials // Mater. Sci. Eng. A. 1998. V. 243. P. 244–249. doi.org/10.1016/S0921-5093(97)00808-3
- 12. Adler S., Farrar P.A. On the System Titanium Zirconium // Trans. Met. Soc. AIME. 1966. V. 236. P. 1061.