ЖУРНАЛ НЕОРГАНИЧЕСКОЙ ХИМИИ, 2022, том 67, № 4, с. 450-456

# СИНТЕЗ И СВОЙСТВА НЕОРГАНИЧЕСКИХ СОЕДИНЕНИЙ

УДК 546.46'821'11

# ГИДРИРОВАНИЕ СМЕСЕЙ МАГНИЯ С ТИТАНОМ

© 2022 г. В. Н. Фокин<sup>а,</sup> \*, П. В. Фурсиков<sup>а</sup>, Э. Э. Фокина<sup>а</sup>, Б. П. Тарасов<sup>а</sup>

<sup>а</sup>Институт проблем химической физики РАН, пр-т Академика Семенова, 1, Черноголовка, Московская обл., 142432 Россия

\*e-mail: fvn@icp.ac.ru

Поступила в редакцию 22.06.2021 г. После доработки 27.09.2021 г. Принята к публикации 28.09.2021 г.

Водородсорбирующие материалы на основе магния или титана перспективны в качестве рабочего вещества для высокотемпературных металлогидридных аккумуляторов водорода из-за содержания большого количества обратимо запасаемого ими водорода. С целью смягчения условий гидрирования магния как главного препятствия для его практического использования исследована возможность взаимодействия с водородом механической смеси крупнокристаллических порошков магния с 10-50 мас. % титана при различных температурах ( $300-390^{\circ}$ C) без предварительной высокоэнергетической активации смеси. Установлено, что добавка 20 мас. % титана с размером частиц 200 мкм к магнию способствует проведению процесса гидрирования магния высокочистым водородом за 5 ч при  $380-390^{\circ}$ C на 94-95%. Экспериментально показано, что такая смесь перспективна как сорбент водорода в высокотемпературных металлогидридных водородных аккумуляторах многократного действия, работающих при температурах  $450-650^{\circ}$ C и выделяющих до 6.5 мас. % водорода высокой чистоты (99.999 мас. %).

*Ключевые слова:* металлы, водород, гидрид, металлогидридный водородный аккумулятор **DOI:** 10.31857/S0044457X22040055

## введение

Особый интерес к водородсорбирующим материалам на основе магния или титана для высокотемпературных металлогидридных аккумуляторов водорода обусловлен большим количеством обратимо запасаемого ими водорода. Так, количество водорода в дигидриде магния  $MgH_2$ достигает 7.6 мас. %, а в дигидриде титана  $TiH_2 - 4$  мас. %, что значительно превосходит водородоемкость наиболее известных и используемых на практике гидридов интерметаллических соединений, содержащих, как правило, 1.3–2 мас. % водорода [1, 2].

Основными препятствиями использования магния как рабочего материала в металлогидридных аккумуляторах водорода являются высокая температура как поглощения водорода, так и его выделения из гидрида, склонность к спеканию, большая чувствительность к примесям кислорода и влаги в водороде, низкая скорость процессов сорбции-десорбции водорода [1–6].

Крупнокристаллический магний при 320– 430°С и давлении 1–10 МПа практически не взаимодействует с водородом. Для начала гидрирования его необходимо предварительно превратить в порошок с размером частиц 1–100 мкм и активировать нагреванием в вакууме при 380–430°С.

Стабильная при нормальных условиях  $\alpha$ -модификация дигидрида магния  $\alpha$ -MgH<sub>2</sub> кристаллизуется в тетрагональной сингонии с параметрами решетки a = 4.518, c = 3.020 Å [6]. Известно [7], что под высоким давлением (7 ГПа) и при температуре 400°С часть  $\alpha$ -фазы (~70%) превращается в  $\gamma$ -модификацию дигидрида магния  $\gamma$ -MgH<sub>2</sub>. Эта фаза кристаллизуется в орторомбической сингонии и имеет структуру, изоморфную структуре  $\alpha$ -PbO<sub>2</sub>. Наличие данной  $\gamma$ -фазы отмечено во многих образцах MgH<sub>2</sub>, например, полученных непосредственно после помола кристаллического магния в планетарной шаровой мельнице в атмосфере водорода [8].

Одним из способов достижения более мягких условий гидрирования магния и устранения других недостатков практического использования его гидрида является осуществление реакции с водородом в присутствии металлических катализаторов – переходных металлов (Pd [9], V [10], Nb [10, 11], Ni [12, 13], Zr [14], Y [13], Ti [10, 13, 15–23] и др.), а также интерметаллических соединений (TiMn<sub>2</sub> [24], Al<sub>3</sub>Ti [25], Mg<sub>2</sub>Ni [26, 27] и др.). В работе [10] синтезированы механохимически в шаровой мельнице в атмосфере водорода композиты состава 0.75Mg + 0.25TM + Н (TM = = Ti, Nb или V) и детально исследован механизм реакции выделения и поглощения водорода такими композитами. Экспериментально установлена возможность гидрирования синтезированных композитов при комнатной температуре. Сравнительный анализ систем Mg–Ti, Mg–V и Mg–Nb позво-

реакции выделения и поглощения водорода такими композитами. Экспериментально установлена возможность гидрирования синтезированных композитов при комнатной температуре. Сравнительный анализ систем Mg-Ti, Mg-V и Mg-Nb позволил установить, что наиболее эффективной добавкой, облегчающей поглощение водорода магнием, особенно при комнатной температуре, является ванадий. Он обеспечивает превращение Мд в синтезированном и дегидрированном композите в гидридную фазу на 86% в течение первой минуты гидрирования (20 атм водорода, ~20°С). Установлено, что для процесса дегидрирования лучшей среди исследованных добавок является титан, что подтверждается наименьшим значением энергии активации (Е<sub>a</sub> = 53.6 кДж/моль) десорбции водорода композитом MgH<sub>2</sub>-TiH<sub>2</sub>.

Нанокомпозит магния с 7.5 мас. % Nb, полученный в водородной плазме, содержит наночастицы Nb размером 12 нм, равномерно расположенные на поверхности наноразмерного магния [11]. Обратимая водородоемкость такого композита сильно зависит от температуры и при 400°С и 40 атм достигает 7.0 мас. %. По мнению авторов [11], каталитическое действие ниобия обусловлено эффектом спилловера, наличием *d*-электронов и электроотрицательностью частиц.

В работе [12] установлено сильное каталитическое влияние специально приготовленных пористых нановолокон никеля на дегидрирование MgH<sub>2</sub> с быстрым (за 11 мин) выделением 7.02 мас. % водорода при 325°С. С повышением количества катализатора температура дегидрирования MgH<sub>2</sub> уменьшается от 170 до 143°С для содержания волокон Ni 2 и 4% соответственно. Энергия активации для композита MgH<sub>2</sub> + 4% пористого Ni составляет 81.5 кДж/моль по сравнению со 141 кДж/моль для композита с 4% порошкообразного Ni, что свидетельствует об увеличении скорости реакции. По-видимому, волокна никеля значительно усиливают контакт с гидридом, создавая более активные каталитические участки [12].

Композиты Mg–Zr–H с микронным размером частиц были получены обработкой смеси MgH<sub>2</sub> + Zr (молярное соотношение 20:1) в шаровой мельнице в атмосфере водорода под давлением 4 МПа в течение 20 ч при ~20°С с последующей обработкой под давлением водорода 5 МПа (24 ч, 100°С) [14]. По сравнению с магнием полученные композиты гидрировались намного быстрее и при более низких температурах: насыщение при 100°С достигалось за 2 ч, а дегидрирование – при 235°С с уменьшением энергии активации на ~40 кДж/моль. Полученный эффект присутствия

Zr авторы объясняют синергетическим действием катализа, уменьшением размера частиц магния, дислокациями дефектов на поверхности магния, обеспечивающих каналы для диссоциации молекул H<sub>2</sub> и проникновения атомов H в матрицу магния [14].

Значительное количество работ в этой области посвящено возлействию на процесс гилрирования магния добавок титана в виде наноразмерных композитов Mg-Ti, полученных сплавлением металлов [15], конденсацией паров металлов в атмосфере He/H<sub>2</sub> [16], обработкой смеси металлов в шаровой мельнице в атмосфере водорода [17-20], синтезом в плазме [19, 21] и т.д. При этом состав полученных композитов в большой степени зависит от способа их получения (например,  $Mg_{1-v}Ti_vH_x$ [15], MgH<sub>2</sub>-0.1TiH<sub>2</sub> [20], Mg – 9.2 мас. % TiH<sub>1.971</sub> – 3.7 мас. % TiH<sub>15</sub> [21]), что сильно затрудняет проведение сравнительного анализа продуктов гидрирования и дегидрирования объектов. Однако, как правило, все способы получения композитов магния с титаном включают стадию сплавления и высокоэнергетическую обработку в шаровой мельнице.

Обратимая сорбция водорода с фазовым превращением гидрида магния в магний наблюдалась в низкой области температур (70-150°C) при использовании наночастиц композита MgH2-ТіН<sub>2</sub>, полученных конденсацией паров Mg-Ті в атмосфере Не/Н<sub>2</sub> [16]. С применением уравнения Вант-Гоффа в области температур до 280°С определены термодинамические параметры разложения гидрида:  $\Delta H = 68.1 \pm 0.9$  кДж/моль H<sub>2</sub>,  $\Delta S =$  $= 119 \pm 2 \ \text{Дж}/(\text{K}$  моль H<sub>2</sub>). Установлена быстрая скорость сорбции водорода образцом Mg/Ti, а скорость десорбции MgH<sub>2</sub>/TiH<sub>2</sub> равна 0.18 мас. % H<sub>2</sub>/мин при 150°C и давлении водорода 1 мбар. Полученные результаты указывают на перспективность использования наноразмерного композита Mg-Ti-H как материала для обратимого хранения водорода в мягких условиях.

В работе [22] было исследовано каталитическое влияние TiH<sub>2</sub> на скорость гидрирования Mg/дегидрирования MgH<sub>2</sub>. Дифференциальный термический анализ показал, что добавление *x* мас. % TiH<sub>2</sub> (x = 5, 10, 15) снижает температуру десорбции водорода из гидрида магния до 160°С, что на 100 и 190°С ниже температуры дегидрирования измельченного в шаровой мельнице и необработанного MgH<sub>2</sub> соответственно. Согласно результатам рентгенофазового анализа и рентгеновской фотоэлектронной спектроскопии, фаза TiH<sub>2</sub> остается неизменной во время дегидрирования без какого-либо образования промежуточных фаз, что подтверждает каталитическую роль гидрида титана, обеспечивающего участки для поверхностной адсорбции и диссоциации водорода.

По данным [23], механизм катализа (на примере титана) можно разделить на несколько стадий, например, для гидрирования: диссоциация водорода, проникновение на поверхность, диффузия, зародышеобразование гидрида и дальнейшее увеличение его количества. Подобный механизм гидрирования магния предложен в работе [28]. Хотя понимание роли катализаторов на основе Ті все еще остается неясным, было доказано, что катализаторы действительно играют важную роль в стимулировании некоторых стадий. Считалось, что легированные частицы катализатора могут уменьшать энергетический барьер диссоциации молекулы водорода, а также облегчать диффузию водорода в матрице Mg/MgH<sub>2</sub>.

В работе [13] исследовано влияние добавок одновременно двух металлов к магнию. С этой целью механическим способом в шаровой мельнице в атмосфере водорода были обработаны следующие составы: Mg + 10 мас. % Ti + 5 мас. % Y и Mg + 10 мас. % Ni + 5 мас. % Y. Установлено, что добавление смеси металлов к магнию значительно увеличивает скорость десорбции водорода из MgH<sub>2</sub>, о чем свидетельствует снижение (в 6 и 15 раз) времени выделения всего водорода из соответствующих композитов при 330°C и давлении 1 атм. При этом легирование магния указанными металлами не снижает термодинамическую устойчивость гидрида магния.

Следует отметить, что во всех известных работах для приготовления композитов с нанометровым размером частиц применялся высокоэнергетический помол в шаровых мельницах в атмосфере водорода. Такая методика требует специальной аппаратуры и больших энергозатрат, трудоемка и, как правило, не приводит к 100%-ному выходу гидридных фаз.

Исследованные двухкомпонентные композиты магния с гидридообразующими металлами также подвергались предварительной обработке для активации компонентов, что требует специальной аппаратуры и энергозатрат. Для смягчения условий гидрирования магния наиболее эффективно, как показано выше, использование добавок титана. Анализ литературных данных позволяет предположить возможность отказа от предварительной высокоэнергетической обработки и подготовки исходных компонентов и использования механических смесей металлов.

Цель настоящей работы — определение возможности гидрирования смеси крупнокристаллических порошков магния с титаном без предварительной высокоэнергетической активации с целью смягчения условий гидрирования магния и нахождение оптимальных условий для проведения этого процесса.

# ЭКСПЕРИМЕНТАЛЬНАЯ ЧАСТЬ

Исходные соединения. В работе использовали порошок магния чистотой 99.95 мас. % со средним размером частиц 200 мкм (Sigma-Aldrich).

Порошок титана получали методом гидридного диспергирования металлических фаз [29]. Прутки иодидного титана гидрировали при повышенной температуре высокочистым водородом до образования дигидрида титана, сохраняюшего форму прутка, но охрупченного и покрытого трещинами. Полученный дигидрид титана механически измельчали в титановой ступке в инертной атмосфере при комнатной температуре и из приготовленного порошка удаляли водород нагреванием реактора при 500°С в вакууме [29]. При этом происходило спекание порошка. При дальнейшей механической обработке продукта в инертной атмосфере получали порошок с размером частиц до 500 мкм. Для проведения исследований отсеивали фракцию титана с размером частиц 200 мкм.

Гидрирование как иодидного титана, так и исследуемых в работе смесей Mg + Ті осуществляли высокочистым водородом (99.999%), выделяемым при нагревании металлогидридного аккумулятора на основе интерметаллического соединения LaNi<sub>5</sub>.

Для приготовления образцов для исследования использовали сухой бокс, в котором навески 200-микронных индивидуальных порошков титана и магния, соответствующие определенному количественному составу смеси, перемешивали механически, растирали в титановой ступке и помещали в кварцевую пробирку. Размерные и морфологические характеристики полученных порошкообразных образцов не изучали.

Методика эксперимента. Гидрирование смеси порошков магния и титана осуществляли в кварцевой пробирке, помещенной в реактор-автоклав металлической лабораторной установки высокого давления типа Сивертса емкостью 60 мл.

Перед гидрированием 3 г смеси дегазировали вакуумированием (10<sup>-3</sup> мм рт. ст.) при 300-390°С в течение 1 ч. Затем автоклав при этой же температуре заполняли водородом до давления 30-40 атм. Поглощение водорода начиналось без индукционного периода и продолжалось с высокой скоростью в течение 3-5 мин с повышением температуры в автоклаве на 5-30°С за счет выделения тепла при гидрировании. После самопроизвольного охлаждения реактора до начальной температуры синтеза процесс продолжали при той же температуре в течение 1 ч и нагревание прекращали. Для окончания гидрирования, определяемого прекращением падения давления в системе, реактор снова нагревали до температуры синтеза, выдерживали 2 ч, охлаждали до комнатной температуры и процесс повторяли. После охлажде-



**Рис. 1.** Кривые поглощения водорода смесью порошков магния с титаном состава 80 : 20 мас. % при температурах 250 (1), 300 (2), 350 (3), 370 (4) и 390°С (5).

ния до комнатной температуры водород из реактора сбрасывали в аккумулятор, продукт выгружали в атмосфере аргона и анализировали.

Все операции по подготовке образцов как для синтеза, так и для различных видов анализа проводили в сухом боксе фирмы MBRAUN в атмосфере аргона при содержании воды и кислорода не более 0.0001%.

Методы анализа. Рентгенофазовый анализ (РФА) образцов проводили на дифрактометре АДП-1 (Си $K_{\alpha}$ -излучение). Погрешность определения параметров кристаллических решеток не превышала 0.005 Å.

Состав образующихся продуктов гидрирования устанавливали методами волюмометрического и химического анализа. Количество водорода определяли на CHNS/O-элементном анализаторе Vario Micro cube Elementar GmbH.

Термическую устойчивость продуктов реакций исследовали на установке синхронного ТГ– ДТА/ДСК анализа STA 409 Luxx фирмы Netzsch. Регистрацию кривых потерь веса (ТГ) и дифференциальную сканирующую калориметрию (ДСК) проводили при программируемом нагреве со скоростью 10 град/мин в потоке аргона.

Давление водорода измеряли образцовым манометром МО класса точности 0.4.

#### РЕЗУЛЬТАТЫ И ОБСУЖДЕНИЕ

В системе Ti-H<sub>2</sub> образуются три фазы: твердые растворы водорода в  $\alpha$ - и  $\beta$ -полиморфных модификациях титана и  $\gamma$ -фаза дигидрида титана. При комнатной температуре  $\gamma$ -фаза состава TiH<sub>1.98</sub> имеет ГЦК-решетку (тип CaF<sub>2</sub>, a = 4.454 Å), которая при более высоком содержании водорода претерпевает тетрагональные искажения (для состава TiH<sub>2</sub> a = 4.528, c = 4.279 Å) [30].

Температура синтеза дигидрида титана определяется состоянием исходного титана (пруток, губка, порошки различной размерности), способом получения и варьируется в интервале 250— 500°С [31]. Содержащий ~4 мас. % водорода дигидрид титана разлагается в две стадии: при 550 (20%) и 660°С [29].

Смесь порошков магния с титаном (70:30 мас. %) дегазировали при комнатной температуре в вакууме ~1 Па в течение 1 ч, затем гидрировали в течение 2 мес. при начальном давлении водорода 30 атм также при комнатной температуре. По данным РФА, полученный продукт содержит гидрид титана состава TiH<sub>0.71</sub> (a = 4.345, b = 4.179, c = 4.018 Å). Магний в исследуемых условиях в реакцию с водородом не вступает. По данным дифференциального термического анализа (ДТА), гидрид титана разлагается с одним эндотермическим эффектом при ~648°C.

При температуре гидрирования смесей различного состава от  $250^{\circ}$ С и выше поглощение водорода начинается без индукционного периода и продолжается с высокой скоростью в течение 3-5 мин с повышением температуры в автоклаве в зависимости от начальной температуры на  $5-30^{\circ}$ С за счет выделения тепла при гидрировании титана. На рис. 1 приведены кривые поглощения водорода смесью порошков магния с титаном состава 80: 20 мас. % при температурах 250, 300, 350, 370 и  $390^{\circ}$ С в начальный момент времени.

Как следует из рис. 1, реакция начинается с первой секунды отсчета и за ~5 мин выходит на плато при всех исследованных температурах. Дальнейшие процессы поглощения водорода с образованием дигидридов титана и магния происходят с увеличением времени реакции. В начальный момент времени магний в реакцию с водородом не вступает.

При температуре синтеза  $390^{\circ}$ С исследовано поглощение водорода исходными смесями магния с титаном различного состава (50: 50, 60: 40, 70: 30, 80: 20 и 90: 10 мас. %), т.е. исследовано гидрирование Mg в присутствии 50–10 мас. % Ті. Условия и результаты гидрирования смесей Mg– Ті различного состава приведены в табл. 1. Выбор самой высокой температуры синтеза (390°С) и давления водорода 30–40 атм обусловлен отсутствием в этих условиях обратимых реакций дегидрирования гидридов.

Установлено, что поглощение водорода смесью состава 50 : 50 (образец 1) происходит в течение 5 ч на ~95% с образованием смеси гидридов магния и титана с общим содержанием водорода 5.51 мас. %. Дальнейший эксперимент по определению минимальной добавки титана и оптимальных условий проведения процесса гидрирования

№ образца	Состав Mg : Ті, мас. %	Условия гидрирования		Продукты гидрирования				
		t, °C	τ, ч	содержание водорода, мас. %		параметры элементарной ячейки, Å		
				найдено	вычислено	TiH <sub>2</sub>	MgH <sub>2</sub>	
						а	а	с
1	50:50	390	5	5.51	5.80	4.4541	4.5180	3.0208
2	60:40	390	5	5.85	6.16	4.4540	4.5175	3.0206
3	70:30	390	5	6.19	6.52	4.4538	4.5177	3.0210
4	80:20	390	5	6.54	6.88	4.4540	4.5153	3.0211
5	90:10	390	5	6.73	7.24	4.4535	4.5164	3.0221
6	70:30	380	5	6.19	6.52	4.4545	4.5169	3.0235
7	80:20	370	6	6.19	6.88	4.4539	4.5177	3.0234
8	80:20	350	9	6.54	6.88	4.4540	4.5161	3.0223
9	70:30	350	5	6.06	6.52	4.4539	4.5176	3.0216
10	70:30	300	19	6.00	6.52	4.4541	4.5178	3.0239
11*	50:50	390	5	4.93	5.80	4.4539	4.5180	3.0209

Таблица 1. Условия и результаты гидрирования смесей Mg + Ti

\* Титан использован в виде губки с размером частиц 200 мкм.

показал, что для всех исследованных образцов (образцы 2–4) поглощение водорода смесями металлов исследованного состава (60:40,70:30 и 80:20 мас. %), как и следовало ожидать, происходит с различной скоростью практически на 95% за 5 ч и заканчивается образованием смеси гидридов металлов в соответствующем исходному составу соотношении. В тех же условиях смесь металлов состава 90:10 мас. % (образец 5) гидрируется только на 93%. Таким образом, добавка 20 мас. % титана вполне достаточна для проведения практически полного процесса гидрирования металлов. Увеличение продолжительности взаимодействия с водородом в приемлемых интервалах не способствует полноте процесса.

На дифрактограмме образца, полученного гидрированием смеси порошков Mg + Ti состава 80 : 20 мас. % (образец 4), присутствуют отражения, соответствующие тетрагональной фазе MgH<sub>2</sub> (a = 4.5153, c = 3.0211 Å) и кубической фазе TiH<sub>2</sub> с периодом кристаллической решетки a = 4.4540 Å (рис. 2).

На примере гидрирования смеси состава 70:30 мас. % (образцы 3, 6, 9, 10) исследовано влияние температуры на полноту гидрирования металлов. Установлено, что снижение температуры реакции от 390 или 380°С (образцы 3 и 6) до 350°С (образец 9) без изменения условий взаимодействия характеризуется неполным гидрированием магния, а проведение процесса при 300°С (образец 10) отличается значительной продолжительностью для получения дигидрида магния (до 19 ч).

Понижение температуры гидрирования смеси металлов состава 80 : 20 мас. % от 390°С (образец 4) до 370 и 350°С (образцы 7 и 8), как и для предыдущих образцов, вызывает неполноту гидрирования магния. Для достижения 95%-ного превращения смеси (образец 8) при 350°С необходимо проводить гидрирование в течение 9 ч.

При использовании титана в исходной смеси как промышленного продукта (губка с размером частиц 200 мкм) в количестве 50 мас. % (образец 11)



**Рис. 2.** Дифрактограмма образца, полученного гидрированием смеси порошков Mg + Ti состава 80 : 20 мас. % (образец 4).



Рис. 3. Термограммы продуктов гидрирования смеси металлов состава 80 : 20 мас. % при 370°С (образец 7).

гидрирование магния при  $390^{\circ}$ C за 5 ч проходит на 80-85%.

Фазовый состав продуктов гидрирования подтвержден данными РФА и ДТА. В качестве примера на рис. 3 приведена термограмма продуктов гидрирования смеси металлов состава 80 : 20 мас. % при 370°С (образец 7). На кривой ДСК видны два эндотермических пика при 448.8 и 648.1°С, соответствующие температурам разложения дигидридов магния и титана соответственно. Вследствие малого содержания в смеси дигидрида титана первый пик его разложения на термограмме не проявляется.

Приведенные значения периодов кристаллических решеток полученных дигидридов магния и титана соответствуют данным литературных источников [6, 17, 30].

В рассматриваемой системе существует возможность реализации модели гидрирования, согласно которой фаза Ti, имеющая на своей поверхности каталитические центры, облегчающие диссоциацию молекул H<sub>2</sub> на атомы H с их последующей объемной диффузией, играет роль канала транспорта водорода к фазе магния через межфазную границу раздела Ti/Mg.

Способность смеси магния с титаном поглощать водород при 380–390°С с образованием дигидридов, содержащих >6 мас. % водорода и выделяющих его при 450–650°С, может быть использована в высокотемпературных металлогидридных аккумуляторах водорода многократного действия. Такие аккумуляторы с внешним нагреванием электропечью используются при температурах до 650°С в лабораторных или мелкомасштабных работах с участием высокоактивного водорода высокой чистоты (99.999 мас. %).

Аккумуляторы в виде водородных баллонов повышенного давления со смесью  $MgH_2 + TiH_2$  в качестве рабочего вещества легко заряжаются, сравнительно дешевы, просты в обращении.

# ЗАКЛЮЧЕНИЕ

При исследовании возможности и определении условий процесса гидрирования магния в присутствии порошка титана показано, что добавка 20 мас. % порошка титана без предварительной высокоэнергетической активации смеси металлов позволяет проводить практически полное гидрирование металлов при 380–390°С.

Возможно использование смеси в качестве рабочего вещества в металлогидридных аккумуляторах водорода с внешним нагреванием электропечью, применяемых в лабораторных или мелкомасштабных работах с участием высокоактивного водорода.

#### БЛАГОДАРНОСТЬ

Работа выполнена с использованием оборудования Аналитического центра коллективного пользования ИПХФ РАН.

## ФИНАНСИРОВАНИЕ РАБОТЫ

Работа выполнена по теме государственного задания, регистрационный номер АААА-А19-119061890019-5.

## КОНФЛИКТ ИНТЕРЕСОВ

Авторы заявляют об отсутствии конфликта интересов.

# СПИСОК ЛИТЕРАТУРЫ

- Hirscher M., Yartys V.A., Baricco M. et al. // J. Alloys Compd. 2020. V. 827. Art. 153548. https://doi.org/10.1016/j.jallcom.2019.153548
- Tarasov B.P. // Int. J. Hydrogen Energy. 2011. V. 36. P. 1196. https://doi.org/10.1016/j.ijhydene.2010.07.002
- Yartys V.A., Lototskyy M.V., Akiba E. et al. // Int. J. Hydrogen Energy. 2019. V. 44. P. 7809. https://doi.org/10.1016/j.ijhydene.2018.12.212
- Ouyang L., Liu F., Wang H. et al. // J. Alloys Compd. 2020. V. 832. Art. 154865. https://doi.org/10.1016/j.jallcom.2020.154865
- Ismail M. // Int. J. Hydrogen Energy. 2021. V. 46. № 11. P. 8621. https://doi.org/10.1016/j.ijhydene.2020.12.068
- Sun Y., Shen C., Lai Q. et al. // Energy Storage Materials. 2018. V. 10. P. 168. https://doi.org/10.1016/j.ensm.2017.01.010
- Семененко К.Н., Вербецкий В.Н., Калашников Я.А. и др. // Вестн. Моск. ун-та. Сер. Химия. 1978. Т. 19. № 6. С. 718.
- Arbuzov A.A., Mozhzhukhin S.A., Volodin A.A. et al. // Russ. Chem. Bull. 2016. V. 65. № 8. P. 1893. https://doi.org/10.1007/s11172-016-1530-9
- Williams M., Sibanyoni J., Lototskyy M. et al. // J. Alloys Compd. 2013. V. 580. Supplement 1. P. S144. https://doi.org/10.1016/j.jallcom.2013.01.086
- 10. *Korablov D., Jensen T.R., Besenbacher F.* // Int. J. Hydrogen Energy. 2018. V. 43. № 34. P. 16804. https://doi.org/10.1016/j.ijhydene.2018.05.091
- Liu T., Ma X., Chen C. et al. // J. Phys. Chem. C. 2015. V. 119. P. 14029. https://doi.org/10.1021/acs.jpcc.5b03442
- Chen J., Xia G., Guo Z. et al. // J. Mater. Chem. A. 2015.
  V. 3. P. 15843. https://doi.org/10.1039/c5ta03721b
- 13. *Ershova O.G., Dobrovolsky V.D., Solonin Y.M.* // Phys. Chem. Solid State. 2020. V. 21. № 1. P. 167. https://doi.org/10.15330/pcss.21.1.167-175

- Ding X., Li Y., Fang F. et al. // J. Mater. Chem. A. 2017. V. 5. № 10. P. 5067. https://doi.org/10.1039/C7TA00460E
- Anastasopol A., Pfeiffer T.V., Middelkoop J. et al. // J. Am. Chem. Soc. 2013. V. 135. P. 7891. https://doi.org/10.1021/ja3123416
- Patelli N., Calizzi M., Migliori A. et al. // J. Phys. Chem. C. 2017. V. 121. P. 11166. https://doi.org/10.1021/acs.jpcc.7b03169
- Cuevas F, Korablov D., Latroche M. // Phys. Chem. Chem. Phys. 2012. V.14. P. 1200. https://doi.org/10.1039/c1cp23030a
- 18. *Ponthieu M., Calizzi M., Pasquini L. et al.* // Int. J. Hydrogen Energy. 2014. V. 39. № 18. P. 9918. https://doi.org/10.1016/j.ijhydene.2014.01.055
- Çakmak G., Károly Z., Mohai I. et al. // Int. J. Hydrogen Energy. 2010. V. 35. P. 10412. https://doi.org/10.1016/j.ijhydene.2010.08.013
- Lu J., Choi Y.J., Fang Z.Z. et al. // J. Am. Chem. Soc. 2009. V. 131. P. 15843. https://doi.org/10.1021/ja906340u
- Liu T., Chen C., Wang F. et al. // J. Power Sources. 2014. V. 267. P. 69. https://doi.org/10.1016/i.jpowsour.2014.05.066
- Jangir M., Jain A., Agarwal S. et al. // Int. J. Energy Res. 2018. V. 42. № 3. P. 1139. https://doi.org/10.1002/er.3911
- Zhou C., Zhang J., Bowman R.C. et al. // Inorganics. 2021. V. 9. № 5. Art. 36. https://doi.org/10.3390/inorganics9050036
- 24. *El-Eskandarany M.S., Al-Ajmi F., Banyan M. et al.* // Int. J. Hydrogen Energy. 2019. V. 44. P. 26428. https://doi.org/10.1016/j.ijhydene.2019.08.093
- 25. Pang Y., Yuan T., Yang J. et al. // Catal. Today. 2018. V. 318. P. 107. https://doi.org/10.1016/j.cattod.2017.10.035
- Chen Y., Dai J., Song Y. // Int. J. Hydrogen Energy. 2018. V. 43. № 34. P. 16598. https://doi.org/10.1016/j.ijhydene.2018.07.031
- Buzanov G.A., Simonenko N.P., Mal'tseva N.N. et al. // Russ. J. Inorg. Chem. 2018. V. 63. P. 1529. https://doi.org/10.1134/S0036023618120057
- Tarasov B.P., Arbuzov A.A., Mozhzhuhin S.A. et al. // Int. J. Hydrogen Energy. 2019. V. 44. P. 29212. https://doi.org/10.1016/j.ijhydene.2019.02.033
- 29. Fokin V.N., Fokina E.E., Tarasov B.P. // Russ. J. Inorg. Chem. 2010. V. 55. № 10. P. 1536. https://doi.org/10.1134/S0036023610100074
- Гидриды металлов / Под ред. Мюллера В., Блэкледжа Д., Либовица Дж. М.: Атомиздат, 1973. 432 с.
- Fokin V.N., Fokina E.E., Tarasov B.P. // Russ. J. Appl. Chem. 2019. V. 92. № 1. P. 35. https://doi.org/10.1134/S1070427219010051