ЛИТЕРАТУРА

1. Bhide V. G., Rajoria D. S., Rama Rao // Phys. Rev. 1972. Vol. 6, № 3. P. 1021–1032.

2. Radaelli P. G., Cheong S.-W. // Phys. Rev. B. 2002. Vol. 66, № 6. P. 094408-1-094408-9.

3. Zobel C., Kriener M., Bruns D. et al. // Phys. Rev. B. 2002. Vol. 66, № 3. P. 020402-1—020402-3.

4. Itoh M., Mori M., Yamaguchi S. et al. // Physica B. 1999. Vol. 259. P. 902-903.

5. Iroh M., Hashimoto J., Yamaguchi S. et al. // Physica B. 2000. Vol. 281-282. P. 510-511.

6. Mahendizan R, Raychaudhuri A. K. // Phys. Rev. B. 1996. Vol. 54, № 22. P. 16044—16052.

7. Solovykh T. K., Troyanchuk I. O., Khalyavin D. D. et al. // Phys. Stat. sol. 1999. (a) 172. P. 485.

8. Powder Diffraction File. Newtown Square: ICDD. 2001 (№ 25-1064, № 81-2294).

9. Вайнштейн Б. К., Фридкин В. М., Инденбом В. Л. Современная кристаллография. М.: Наука, 1979. Т. 2. 359 с.

10. Dordor P., Joiret S., Doumerc J. P. et al. // Phys. Stat. Sol. (a). 1986. Vol. 93, No 1. P. 321–328.

11. Иоффе А. Ф. Физика полупроводников. М.: Изд-во АН СССР, 1957. 491 с.

12. Robert R., Bocher L., Trottmann M. et al. // Solid State Chemistry. 2006. Vol. 179. P. 3893—3899.

УДК 541.128.13

А. Н. МУРАШКЕВИЧ, А. С. ЛАВИЦКАЯ, О. А. АЛИСИЕНОК, И. М. ЖАРСКИЙ

СИНТЕЗ И ИССЛЕДОВАНИЕ ФАЗОВЫХ ПРЕВРАЩЕНИЙ КОМПОЗИТА SiO₂—TiO₂ ПРИ ТЕРМООБРАБОТКЕ

В настоящее время активно ведутся исследования, связанные с разработкой методов получения композитных материалов на основе смешанных оксидов, перспективных в качестве прекурсоров керамических сред для лазеров, компонентов стекол с низким коэффициентом линейного термического расширения, катализаторов и фотокатализаторов различных процессов, материалов фотоники. Композиты получают золь-гель методами соосаждения и молекулярного наслаивания в виде порошков, пленок, волокон, материалов со структурой «ядро—оболочка».

При использовании композитов SiO₂—TiO₂ в качестве катализаторов или фотокатализаторов активным компонентом является преимущественно диоксид титана. Установлено, что в некоторых реакциях композит SiO₂—TiO₂ проявляет большую каталитическую активность, чем TiO₂ [1—2]. Это связано с более развитыми структурно-сорбционными свойствами диоксида кремния и изменением характера кристаллизации в такой системе. Так как каталитические реакции протекают в основном на поверхности катализатора, целесообразно использование структур «ядро—оболочка», где TiO₂ в виде наноразмерных частиц распределен на поверхности SiO_2 [3]. Это позволяет уменьшить количество диоксида титана в композите и, соответственно, снизить стоимость получаемого продукта.

Целью нашего исследования было изучение влияния природы исходных компонентов, условий получения, температуры обработки композитов на их свойства.

МЕТОДИКА ЭКСПЕРИМЕНТА

Композиты SiO₂—TiO₂ получали в виде осажденного порошка [4]. В качестве исходных компонентов использовали органические производные — T Θ C и ТИПТ, а также неорганические — жидкое стекло и раствор TiOCl₂. Раствор TiOCl₂ получали окислением TiCl₃ азотной кислотой в присутствии воды. С целью улучшения структурных характеристик и условий кристаллизации композита проводили гидротермальную обработку образцов в автоклаве при температуре 140—200 °C в течение 4—12 часов.

Образцы со структурой «ядро—оболочка» получали из предварительно синтезированного золя ${\rm TiO}_2$ и суспензии сферических частиц ${\rm SiO}_2$ размером ~ 300—350 нм.

Определяли фильтрационные характеристики композитов путем оценки коэффициента фильтрации естественно уплотненного осадка $K_{\rm d}$, см/с [5], а содержание TiO₂ — фотоколориметрически согласно ГОСТ 2642.6—97, погрешность составляла $\pm 0,2$ отн. %. Удельную поверхность $S_{_{\rm VI}}$ измеряли адсорбционным методом, используя в качестве адсорбатов азот, фенол (в растворе н-гептана). Термоаналитические исследования выполнены на дериватографе системы Paulik—Paulik—Erdey в статической воздушной атмосфере в интервале температур 20—980 °C при линейном режиме нагрева образцов со скоростью 5—10 град/мин, рентгенофазовый анализ — на дифрактометре ДРОН-3 (излучение CuK_{α} , Ni-фильтр) при комнатной температуре в диапазоне углов $2\theta = 11\div70$ со скоростью 2 град/мин. Размер кристаллитов оценивали по уравнению Шеррера [6]. Исследование морфологии частиц композитов проводили на растровом электронном микроскопе марки JEOL JSM-5610 LV. Электрокинетический потенциал измеряли методом макроэлектрофореза при различных значениях pH суспензии образцов для определения изоэлектрической точки [7].

РЕЗУЛЬТАТЫ И ИХ ОБСУЖДЕНИЕ

Условия получения и некоторые свойства композитов представлены в таблице. Видно, что с использованием органических и неорганических производных кремния и титана возможно получение композиционного материала, обладающего развитой удельной поверхностью. Применение неорганических производных имеет ряд преимуществ: отсутствие органических растворителей, на порядок меньшая стоимость продукта. Отметим, что и в том, и в другом случае необходима стадия удаления побочных продуктов синтеза.

Изменение pH дисперсионной среды на заключительном этапе созревания осажденного продукта позволяет не только увеличить его дисперсность (см. образцы 5 и 6, таблица), но и интенсифицировать процесс фильтрации.

Условия синтеза							
Композит	Прекурсоры Ті и Si, осадитель	$v(H_2O)/$ $\Sigma v(TiO_2 + SiO_2)$	Концентрация твердой фазы, в пересчете на оксиды, масс. %	Состав композита (TiO ₂ : SiO ₂), масс. % (расч.)	рН; T , °C; K_{ϕ} , см/с	Промывка	S _{уд} * (ф/а), м²/г
Органические прекурсоры							
1	типт, тэос	15,1	1,7	92:8		_	302/ 307
2	типт, тэос	12,5	1,7	50:50	_	_	378/ 384
3	ТИПТ, ТЭОС, $\rm NH_4OH$	71,9	0,5	12:88	$K_{ m e}=5,1\cdot10^{-7}$	_	203,5/ —
Неорганические прекурсоры							
4	TiOCl ₂ , ж. с., (NH ₄) ₂ CO ₃	244,6	1,6	92:8	pH 8,4; $K_{\oplus} = 8,13 \cdot 10^{-6}$	_	176/—
5	TiOCl ₂ , ж. с., (NH ₄) ₂ CO ₃	259	1,7	58:42	pH 7,8	CH_3COOH	265/ 300
6	TiOCl ₂ , ж. с., (NH ₄) ₂ CO ₃	259	1,7	58:42	pH 7,8	$\rm NH_4OH$	186/ 227
7	TiOCl ₂ , ж. с.	95	3,4	12:88	pH 10,0; $K_{\oplus} = 2,85 \cdot 10^{-5}$	CH_3COOH	325/—
Влияние концентрации твердой фазы							
8	типт, тэос	12,5	1,7	50:50	_	_	378/ 384
9	типт, тэос	12,5	3,1	50:50		_	219/—
10	типт, тэос	13,1	8,3	50:50			211/—
11	TiOCl ₂ , ж. с., (NH ₄) ₂ CO ₃	227	1,75	65:35	8,2	_	194/—
12	TiOCl2, ж. с., (NH4)2CO3	107,3	3,4	65:35	8,7	—	161/—
Гидротермальная обработка							
13	TiOCl ₂ , ж. с., (NH ₄) ₂ CO ₃	196,5	1,7	57:43	рН 7,64 (140 °C; 10 ч)	CH_3COOH	178
14	$ ext{TiOCl}_2, \\ (ext{NH}_4)_2 ext{CO}_3 ext{}$	236,8	1,7	100:0	рН 7,7 (200 °С; 4 ч)	центрифу- гирование	62
15	TiOCl ₂ , ж. с., (NH ₄) ₂ CO ₃	244,6	1,6	92:8	рН 8,38 (150 °C; 12 ч)	СН ₃ СООН; центрифу- гирование	110

Условия получения и свойства композитов

* — удельная поверхность, определенная адсорбцией: ф — из раствора фенола в гептане, а — азота.

При получении композита со структурой «ядро—оболочка» варьировали значения pH золя TiO_2 и суспензии SiO_2 , а также pH конечной дисперсной системы.

Можно предположить, что основным механизмом формирования структуры «ядро SiO₂ — оболочка TiO₂» является электростатическое взаимодействие частиц, имеющих противоположные заряды и отличающихся размерами. Частицы золя TiO₂ малого размера, имеющие в области pH < 6 положительный заряд, притягиваются к большим противоположно заряженным частицам диоксида кремния, образуя на его поверхности оболочку. После того, как вся поверхность SiO₂ покрыта диоксидом титана, последний начинает формировать собственную фазу.

На рис. 1 представлены результаты определения зависимости ξ -потенциала образцов от рН. Кривые 1 и 3 — типичные зависимости электрокинетического потенциала диоксидов кремния и титана. Кривая ξ -потенциала композита 2 близка к типичной зависимости для диоксида титана, что указывает на формирование покрытой этим веществом структуры.

Изображения исходного диоксида кремния и композита SiO_2 — TiO_2 показаны на рис. 2. Видно, что размер отдельных частиц во втором случае больше, что также объясняется формированием покрытия диоксида титана на поверхности SiO_2 .

Результаты, полученные нами при исследовании композитов со структурой «ядро—оболочка», показывают, что основными факторами, обеспечивающими получение продукта требующейся морфологии, являются размеры и поверхностный заряд частиц исходных компонентов, а также pH образующейся дисперсной системы.

Актуальность исследования термической стабильности структурно-сорбционных свойств композита связана с тем, что многие каталитические процессы с его участием происходят при повышенных температурах. Ранее [4]



Рис. 1. Зависимость ξ-потенциала образцов со структурой «ядро—оболочка» от рН: 1 — SiO₂; 2 — композит TiO₂—SiO₂; 3 — TiO₂

А. Н. МУРАШКЕВИЧ, А. С. ЛАВИЦКАЯ, О. А. АЛИСИЕНОК, И. М. ЖАРСКИЙ



Рис. 2. Морфология (a) исходного SiO₂ и (б) композита SiO₂—TiO₂ со структурой «ядро—оболочка»





а — 90 % ТіО₂ — 10 % SiO₂ (1 — 650 °С, 3 ч; 2 — нагрев до 1000 °С (композит 1, таблица);
3 — гидротермальная обработка при 150 °С, 12 ч (композит 15, таблица)); δ — 50 % ТіО₂ — 50 % SiO₂ (1 — гидротермальная обработка при 140 °С, 10 ч (композит 13, таблица))
и 2 — нагрев до 1000 °С; 3 — 650 °С, 5 ч (композит 2, таблица))

показано, что при увеличении температуры обработки до 350 °С удельная поверхность композита уменьшается. Наиболее существенное снижение удельной поверхности характерно для образцов, содержащих ≥ 50 мол. % TiO₂, и обусловлено в основном кристаллизацией титансодержащего компонента. Установлено, что композиционный материал, содержащий ≤ 10 мол. % TiO₂, рентгеноаморфен до 1000 °С. Ингибирование кристаллизации TiO₂ в данном



Рис. 4. Зависимость удельной поверхности композита от температуры: 1 — до и 2 — после гидротермальной обработки

случае может быть связано с особенностями метода получения композита, обеспечивающего гомогенизацию компонентов на молекулярном уровне. Благодаря этому становится возможным замещение титаном кремния в тетраэдрах SiO_4 при сохранении тетраэдрической координации по кислороду, что препятствует образованию локальных областей, обогащенных титаном, и формированию жизнеспособных зародышей TiO_2 .

По данным дифференциально-термического анализа, кристаллизация аморфного TiO₂ начинается при 300—310 °C, а при содержании его в композите ≥ 50 мол. % — при 515—625 °C. Структура кристаллической фазы (анатаз или рутил, или их смесь) определяется количеством титансодержащего компонента в композите и температурой обработки (рис. 3).

Гидротермальная обработка осажденного продукта при 140—150 °С приводит к фазовой сепарации компонентов в композите, что способствует протеканию процесса кристаллизации титансодержащего компонента при более низкой температуре. Размер кристаллитов TiO₂, оцененный по уравнению Шеррера, составил 13—15 нм.

Как видно из таблицы, удельная поверхность, связанная с дисперсностью образцов, в случае гидротермально обработанного композита заметно выше по сравнению с TiO_2 , (таблица, образцы 13—15). Гидротермальная обработка позволяет обеспечить сохранение высокого уровня дисперсности при повышенных температурах, что связано с присутствием в продукте кремнийсодержащего компонента (рис. 4).

ЗАКЛЮЧЕНИЕ

Методами гомогенного соосаждения и ориентированного наращивания синтезированы композиты на основе оксидов титана и кремния, имеющие морфологию «ядро SiO₂ — оболочка TiO₂». Установлено, что независимо от природы исходных компонентов удельная поверхность композита возрастает с увеличением доли кремнеземсодержащего компонента и уменьшается при термической обработке. Повысить термическую стабильность структурно-адсорбционных характеристик можно путем гидротермальной обработки образцов и увеличением в композите доли кремнеземсодержащего компонента. Гидротермальная обработка композита способствует разделению фаз и кристаллизации титаносодержащего компонента при температурах на 150—200 °С ниже по сравнению с температурами прокаливания на воздухе, при этом сохраняются размеры кристаллитов TiO₂ на уровне единиц нанометров.

ЛИТЕРАТУРА

1. Kim Y. K., Kim E. Y., Whang C. M. et al. // J. of Sol-Gel Sci. and Tech. 2005. Vol. 33. P. 87-91.

2. Mrowiec-Bialon J., Jarzebski A. B. et al. // Applied Catalysis A General. 2004. Vol. 273. P. 47-53.

3. Wilhelm P., Zetzsch C., Stephan D. // Progr. Colloid Polym. Sci. 2006. Vol. 133. P. 147-151.

4. *Мурашкевич А. Н., Лавицкая А. С. //* Весці Нацыянальнай акадэмії навук Беларусі. Серыя хім. навук. 2007. № 2. С. 5—11.

5. Вассерман И. М. Химическое осаждение из растворов. М.: Химия, 1980. 207 с.

6. Ивашкевич Л. С., Каратаева Т. П., Ляхов А. С. Рентгеновские методы в химических исследованиях. Минск: БГУ, 2001.

7. *Фролов Ю. Г.* Курс коллоидной химии. Поверхностные явления и дисперсные системы. М.: Химия, 1988. 464 с.

УДК 544.723+546.723'722-31

И. Г. ГОРИЧЕВ, Е. О. ЗАБЕНЬКИНА, А. Д. ИЗОТОВ

ЗАКОНОМЕРНОСТИ АДСОРБЦИИ ОКСИЭТИЛЕНДИФОСФОНОВОЙ КИСЛОТЫ НА МАГНЕТИТЕ

При эксплуатации теплоэнергетического оборудования на теплонесущих поверхностях неизбежно образуются солеотложения, которые в большинстве случаев являются железооксидными, а основу их составляет магнетит. Современным направлением в исследованиях по удалению железосодержащих осадков является применение комплексообразующих веществ. Одним из наиболее перспективных представителей таких веществ является оксиэтилдендифосфоновая кислота (ОЭДФ), обладающая рядом ценных свойств: большой железоемкостью, малой коррозионной активностью, высокой скоростью растворения оксидов [1, 2], безопасностью и простотой в обращении, сравнительно невысокой стоимостью. По сравнению с минеральными кислотами, которые применяются в травлении металлических поверхностей, повышение концентрации увеличивает скорость растворения магнетита в растворах ОЭДФ. Это наглядно иллюстрирует рис. 1.