## Темплатный метод синтеза монодисперсных наночастиц MoS<sub>2</sub>

© Е.Ю. Стовпяга, Д.А. Курдюков, Д.А. Кириленко, А.Н. Смирнов, А.В. Швидченко, М.А. Яговкина, В.Г. Голубев

Физико-технический институт им. А.Ф. Иоффе Российской академии наук, 194021 Санкт-Петербург, Россия E-mail: kattrof@gvg.ioffe.ru

Поступила в Редакцию 11 января 2021 г. В окончательной редакции 18 января 2021 г. Принята к публикации 18 января 2021 г.

Получены монодисперсные наночастицы дисульфида молибдена в мезопорах темплата — сферических частицах кремнезема ( $mSiO_2$ ). Раствор прекурсора — тетратиомолибдата аммония вводился в поры частиц методом капиллярной пропитки. Затем из прекурсора в порах  $mSiO_2$  синтезирован MoS<sub>2</sub> посредством отжига частиц в атмосфере H<sub>2</sub>S/H<sub>2</sub> в термодинамически равновесных условиях. Для получения индивидуальных наночастиц MoS<sub>2</sub> материал темплата (a-SiO<sub>2</sub>) удалялся из композитных частиц  $mSiO_2/MoS_2$  путем травления в HF. Микроскопическими методами определено, что средний размер наночастиц MoS<sub>2</sub> составляет 3.5 нм. По данным динамического светорассеяния, наночастицы имеют низкое среднеквадратичное отклонение размеров (18%).

Ключевые слова: MoS<sub>2</sub>, мезопористый кремнезем, наночастицы, темплатный синтез.

DOI: 10.21883/FTP.2021.05.50841.9587

## 1. Введение

Среди слоистых материалов дисульфид молибдена привлекает особое внимание [1,2], так как, во-первых, слои MoS<sub>2</sub> связаны между собой слабо (силами Вандер-Ваальса), и, во-вторых, расстояние между слоями — наибольшее среди подобных структур (например,  $d_{002}(MoS_2) = 0.63$  нм,  $d_{002}(графит) = 0.34$  нм). Монослои MoS<sub>2</sub> легко разделяются, что позволяет использовать его порошки в качестве твердых смазок [3]. Физические и химические свойства MoS2 обусловливают его применение в катализе и нефтехимии [2,4]. При изготовлении катализаторов разделение на слои повышает дисперсность материла и, вследствие этого, увеличивает его удельную поверхность [5]. Кроме того, двумерный дисульфид молибдена имеет прямую запрещенную зону  $(E_g \sim 1.8 \, \text{эB})$ , в отличие от массивного материала, который является непрямозонным полупроводником [6].

Наночастицы MoS<sub>2</sub>, состоящие из нескольких монослоев и имеющие латеральные размеры, сопоставимые с толщиной, представляют отдельный интерес [7]. Варьируя размеры наночастиц, можно модифицировать их зонную структуру и управлять люминесцентными свойствами [8]. Наночастицы MoS<sub>2</sub> широко используются для создания фотокатализаторов [9] и люминесцентных маркеров для исследований in vitro [10] и in vivo [11]. Для получения наноразмерных форм MoS2 не применим подход "top-down", включающий различные способы эксфолиации (механические, электрохимические, ультразвуковые [12-14]), так как отделяемые слои имеют большие латеральные размеры (до нескольких микрон [12]). Поэтому для синтеза наночастиц MoS<sub>2</sub> разработаны методы "bottom-up", представляющие собой газофазные [15] или жидкостные [16,17] синтезы

с использованием различных прекурсоров ( $MoO_2$  [15],  $MoO_3$  [18], ( $NH_4$ )<sub>6</sub> $Mo_7O_{24}$  [16],  $Na_2MoO_4$  [17]). Получаемые такими методами наночастицы  $MoS_2$ , как правило, являются полидисперсными.

Одним из способов получения наночастиц MoS<sub>2</sub> является темплатный синтез на основе канальных кремнеземов типа MCM-41 [19] и SBA-15 [20]. Так как в этих темплатах отношение длины канала к его диаметру достигает нескольких сотен [21], условия синтеза целевых веществ в зависимости от месторасположения прекурсоров в порах сильно отличаются, что в свою очередь приводит к различию размеров и свойств формирующихся частиц. Перспективным темплатом для получения монодисперсных наночастиц MoS<sub>2</sub> выступают синтезированные нами ранее субмикронные монодисперсные ( $\sigma < 10\%$ ) сферические мезопористые частицы кремнезема (mSiO<sub>2</sub>) [22-24]. Частицы mSiO<sub>2</sub> имеют внутреннюю систему цилиндрических наноканалов диаметром  $3.1 \pm 0.2$  нм и длиной 10-15 нм, объемом до 60% от объема частицы. Наряду с одинаковыми формой и внешним диаметром частиц mSiO<sub>2</sub> наличие в них одинаковых пор позволяет при синтезе целевых веществ достичь идентичности условий протекания реакций внутри каждой частицы. Поэтому применение монодисперсных частиц с монодисперсными мезопорами в качестве темплата обусловливает одинаковый размер формирующихся в них материалов, что обеспечивает идентичный химический состав и физико-химические свойства. На основе темплатов  $mSiO_2$  ранее разработаны методы синтеза углеродных наноточек [25,26], наночастиц металлов [27], полупроводниковых материалов [28], нитридов [29] и оксидов [30-32].

В настоящей работе темплатным методом синтезированы монодисперсные наночастицы MoS<sub>2</sub>. Для полу-

чения в порах целевого вещества частицы  $mSiO_2$  пропитывались в растворе прекурсора, а затем осуществлялся термодинамически равновесный синтез  $MoS_2$  в атмосфере  $H_2S/H_2$ . Индивидуальные частицы  $MoS_2$  получены методом селективного жидкостного травления композитных частиц  $mSiO_2/MoS_2$  в растворе плавиковой кислоты для удаления темплата — a-SiO<sub>2</sub>. Состав и структура наночастиц исследованы методами рентгеновской дифракции, динамического светорассеяния (ДСР), просвечивающей электронной микроскопии высокого разрешения (ВРПЭМ) и рамановской спектроскопии.

## 2. Методика эксперимента

В качестве темплата для получения монодисперсных наночастиц MoS2 в настоящей работе использованы частицы mSiO<sub>2</sub> диаметром 490 нм, синтезированные посредством гидролиза тетраэтоксисилана (ТЭОС) в этаноло-водно-аммиачной среде в присутствии структурообразующего вещества цетилтриметиламмоний бромида (ЦТАБ). Мольное соотношение реагентов ТЭОС:С2H5OH:H2O:NH3:ЦТАБ составляло 1:250:45:400:0.25 соответственно. Для удаления органических веществ синтезированные частицы отжигались на воздухе при температуре 800 К. Среднеквадратичное отклонение диаметров частиц mSiO<sub>2</sub> составило < 6%, диаметр мезопор равен  $3.1 \pm 0.2$  нм, объемная доля пор  $\sim 50$  об%, удельная поверхность — 750 м<sup>2</sup>/г. Подробно методика синтеза частиц описана в работах [22,23].

Для получения  $MoS_2$  в стеклянную чашку Петри, содержащую навеску мезопористых частиц  $mSiO_2$  массой 0.5 г, вливался 12%-й раствор (NH<sub>4</sub>)<sub>2</sub>MoS<sub>4</sub> (Aldrich) в диметилформамиде (ДМФ) объемом 2 мл. Частицы  $mSiO_2$  находились в контакте с раствором в течение 72 ч. Затем частицы высушивались при температуре 350 К и отжигались на воздухе при 430 К для удаления ДМФ. Последующий отжиг  $mSiO_2$  частиц, заполненных (NH<sub>4</sub>)<sub>2</sub>MoS<sub>4</sub>, проводили в термодинамически равновесных условиях. Образцы помещались в кварцевый реактор, через который пропускали смесь H<sub>2</sub>S/H<sub>2</sub> под общим давлением 1 бар. Парциальное давление H<sub>2</sub>S составляло 0.9 бар, H<sub>2</sub> — 0.1 бар. Синтез проводили при температуре 680 К в течение 20 ч.

Для травления темплата  $(a-SiO_2)$  навеску композитных частиц  $mSiO_2/MoS_2$  помещали в 20 г 1%-го HF. После растворения SiO<sub>2</sub> наночастицы MoS<sub>2</sub> отделяли центрифугированием. Затем осадок наночастиц MoS<sub>2</sub> трижды промывался деионизованной водой.

Измерение размера и электрофоретической подвижности синтезированных монодисперсных наночастиц  $MoS_2$  определяли методом ДСР на анализаторе Malvern Zetasizer Nano ZS при температуре 25°C. Расчет распределения гидродинамических диаметров и электрокинетического потенциала осуществлялся с помощью встроенного программного обеспечения анализатора.

Исследования микроструктуры наночастиц MoS<sub>2</sub> проводились на просвечивающем электронном микроскопе Jeol JEM-2100F. Фазовый состав определялся рентгенодифракционным методом на установке D2 Phaser, Bruker, Германия (Си $K_{\alpha}$ -излучение). Рамановские спектры измерялись при комнатной температуре на спектрометре Horiba Jobin Yvon T64000 с использованием в качестве источника излучения второй гармоники Nd: YAG-лазера ( $\lambda = 532$  нм), плотность возбуждения на поверхности образца не превышала  $P = 2 \text{ kBt/cm}^2$ .

## 3. Результаты и обсуждение

Рассмотрим подробно процессы, протекающие в порах частиц  $mSiO_2$  при синтезе  $MoS_2$ . На первом этапе осуществлялась пропитка  $mSiO_2$  прекурсором — раствором ( $NH_4$ )<sub>2</sub> $MoS_4$  в ДМФ. В ходе длительного контакта мезопористых частиц кремнезема с раствором прекурсора последний практически полностью переходил в поры частиц благодаря их высокой адсорбционной способности [22,25,33,34]. Далее при высушивании происходила кристаллизация прекурсора в порах частиц. На втором этапе стояла задача синтеза  $MoS_2$  из прекурсора непосредственно в порах темплата.

Существует разнообразие соединений молибдена с различными степенями окисления атомов Мо, что сильно усложняет задачу получения целевого однофазного вещества — MoS<sub>2</sub>. В настоящей работе MoS<sub>2</sub> был синтезирован из прекурсора (NH<sub>4</sub>)<sub>2</sub>MoS<sub>4</sub> в термодинамически равновесных условиях, обеспечивающих образование только сульфида Мо (IV). Для определения параметров процесса восстановления (температуры и парциальных давлений H<sub>2</sub> и H<sub>2</sub>S) был выполнен расчет равновесного состава смеси в системе MoS<sub>3</sub>, Mo<sub>2</sub>S<sub>5</sub>, MoS<sub>2</sub>, Mo<sub>2</sub>S<sub>3</sub>, Mo<sub>6</sub>S<sub>8</sub>, Mo<sub>7</sub>S<sub>8</sub>, MoS, MoO<sub>3</sub>, MoO<sub>2</sub>, Мо,  $H_2(g)$ ,  $H_2O(g)$ ,  $NH_3(g)$ ,  $S_8(g)$ ,  $S_4(g)$ ,  $S_2(g)$  и  $H_2S(g)$ . Расчет проводился с использованием алгоритма Villars-Cruise-Smith [35]. Значения стандартных химических потенциалов были взяты из базы данных IVTANTERMO [36], химические потенциалы газофазных компонентов рассчитаны в приближении идеально ассоциированного газа. Расчет показал, что при парциальном давлении водорода  $P_{\rm H2} = 0.1$  бар, сероводорода  $P_{\rm H2S} = 0.9$  бар, общем давлении P = 1 бар в диапазоне температур 650-700 К прекурсор (NH<sub>4</sub>)<sub>2</sub>MoS<sub>4</sub> полностью переходит в MoS<sub>2</sub>, количество примесей составляет < 0.1 мол%. При температурах до 650 К возможно одновременное образование  $MoS_3$ ,  $Mo_2S_5$  и  $MoS_2$ . В температурном интервале 700-1200 К возможно образование MoS<sub>2</sub>, Mo<sub>2</sub>S<sub>3</sub>, Mo<sub>6</sub>S<sub>8</sub>, Mo<sub>7</sub>S<sub>8</sub>, MoS в различных соотношениях, в зависимости от температуры. При температурах > 1200 К реакция идет до элементарного молибдена. В результате в настоящей работе процесс получения MoS<sub>2</sub> проводили при 680 К. Синтез MoS<sub>2</sub> из прекурсора (NH<sub>4</sub>)<sub>2</sub>MoS<sub>4</sub> идет посредством реакции:  $(NH_4)_2MoS_4 + H_2 \rightarrow 2NH_3 \uparrow + 2H_2S \uparrow + MoS_2.$ 



**Рис. 1.** Дифракционные кривые: *1* — композитные частицы *m*SiO<sub>2</sub>/MoS<sub>2</sub>, *2* — 2*H*-MoS<sub>2</sub> (JCPDS 03-065-0160). Звездочкой отмечено диффузное "гало" аморфного SiO<sub>2</sub>.

Наличие продукта реакций восстановления — сероводорода в исходной газовой смеси препятствует образованию сульфидов молибдена со степенью окисления атомов Мо, меньшей +4, согласно принципу Ле Шателье.

Результаты расчета подтверждаются экспериментально. По данным рентгенофазового анализа (рис. 1), на дифракционной кривой полученных композитных частиц  $mSiO_2/MoS_2$  наблюдается набор рефлексов, соответствующий 2*H*-MoS<sub>2</sub> (JCPDS 03-065-0160). На кривой присутствует также широкое "гало" с максимумом в области  $2\theta \sim 22^\circ$ , которое обусловлено диффузным отражением от аморфного SiO<sub>2</sub> (материала темплата). Дифракционные пики молибденита уширены, что свидетельствует о том, что MoS<sub>2</sub> является нанокристаллическим [37]. Рассчитанный по интегральному уширению дифракционных максимумов средний размер области когерентного рассеяния MoS<sub>2</sub> составляет 3.5 нм, данное значение коррелирует с диаметром цилиндрических мезопор (3.1 нм) частиц mSiO<sub>2</sub>. Соотношение интенсивностей рефлексов MoS<sub>2</sub> в исследуемом образце существенно отличается от стандартного, наблюдается преимущественная ориентация кристаллитов дисульфида молибдена в направлении [001] (по оси с MoS<sub>2</sub>). Вероятно, синтезированный MoS<sub>2</sub> имеет турбостратную структуру, наблюдаемая дифракционная картина является двумерной, дифракционные рефлексы от плоскостей с тремя ненулевыми индексами (112) или нулевым третьим индексом (110) имеют заниженную интенсивность или вовсе отсутствуют. Подобная двумерная дифракция проявляется, например, в углеродных наноточках с турбостратной структурой [26].

ВРПЭМ-изображение индивидуальных наночастиц MoS<sub>2</sub>, полученных посредством селективного травления материала темплата — аморфного SiO<sub>2</sub> плавиковой кислотой, представлено на рис. 2. На рисунке видны наночастицы (темные области), имеющие латеральные размеры 3-7 нм и толщину 1.5-4 нм. На рисунке обозначены характерные межплоскостные расстояния в синтезированных наночастицах MoS<sub>2</sub> ( $d_{002} = 0.63$  нм и  $d_{100} = 0.27$  нм). Наблюдаемые в пределах одной наночастицы две системы кристаллографических плоскостей подтверждают, что частицы состоят из нескольких монослоев MoS<sub>2</sub>.

На рис. 3 представлен типичный рамановский спектр синтезированных наночастиц MoS<sub>2</sub> в области частот 100-500 см<sup>-1</sup>. В спектре наблюдаются интенсивные фононные моды  $E_{1g}$ ,  $E_{2g}^1$  и  $A_{1g}$ , характерные для MoS<sub>2</sub> [38–41]. Мода  $E_{2g}^1$  ( $\sim$  382 см<sup>-1</sup>) обусловлена колебаниями атомов S-Mo-S в плоскости одного монослоя, а мода  $A_{1g}~(\sim 407\,{
m cm^{-1}})$  возникает благодаря колебаниям атомов серы S, перпендикулярным к этим слоям (связи Ван-дер-Ваальса). Положение данных мод зависит от толщины (количества слоев) исследуемых образцов [39]. Смещение положения максимума полос  $E_{2g}^1$  в высокочастотную область спектра, а максимума полосы  $A_{1g}$  — в низкочастотную, относительно табличных значений для массивного материала, свидетельствует о том, что синтезированные наночастицы состоят из конечного числа слоев MoS<sub>2</sub> [40]. Кроме оптических рамановских мод, в спектре имеются полосы, обусловленные продольной



**Рис. 2.** ВРПЭМ-изображение синтезированных наночастиц. Стрелками показаны направления [001] и  $[1\overline{1}0]$  в нанокристалле MoS<sub>2</sub>. На рисунке обозначены характерные межплоскостные расстояния.



**Рис. 3.** Рамановский спектр синтезированных наночастиц MoS<sub>2</sub>. Стрелками обозначены положения раман-активных фононных мод первого порядка объемного MoS<sub>2</sub> и индуцированных дефектами полос LA и 2LA.



**Рис. 4.** Распределение гидродинамических диаметров наночастиц  $MoS_2$  в воде, измеренное методом ДСР. На вставке — электрокинетический потенциал наночастиц  $MoS_2$ , измеренный при pH = 8.

акустической модой LA(M) [38,41], что свидетельствует о наличии дефектов в структуре наночастиц. Детальному исследованию оптических свойств (поглощения, люминесценции) синтезированных наночастиц MoS<sub>2</sub> будет посвящена отдельная публикация.

Средний гидродинамический диаметр синтезированных наночастиц MoS<sub>2</sub>, по данным ДСР, составил  $7.5 \pm 1.5$  нм (рис. 4). Отличие значения размера частиц, измеренного методом ДСР, от размера, полученного по результатам ВРПЭМ исследований, по-видимому, связано с двумя причинами. Во-первых, с наличием ионной оболочки у частиц в коллоидном растворе, увеличивающей их эффективный размер, во-вторых, с тем, что для расчета гидродинамических диаметров использовались значения оптических констант массивного MoS<sub>2</sub>. Для наночастиц коэффициент поглощения и показатель преломления могут быть иными. На рис. 4 (см. вставку) приведено распределение электрокинетического потенциала наночастиц MoS<sub>2</sub> в дисперсионной среде с pH = 8. Наблюдаемый максимум соответствует значению – 34 мВ, следовательно, коллоидный раствор MoS<sub>2</sub> является агрегативно устойчивым. По-видимому, в слабощелочной среде происходит диссоциация тиоловых (-SH) групп по кислотному механизму, в результате поверхность наночастиц MoS<sub>2</sub> приобретает отрицательный заряд (-S<sup>-</sup>).

## 4. Заключение

Разработан метод синтеза монодисперсных наночастиц MoS2 из прекурсора — тетратиомолибдата аммония с использованием в качестве темплата монодисперсных сферических мезопористых частиц кремнезема. Выполнено термодинамическое моделирование процесса и определены условия (температура и состав исходной газовой смеси), обеспечивающие равновесный синтез однофазного MoS<sub>2</sub>. Методика включает в себя стадии введения в мезопоры темплата прекурсора, синтеза из него дисульфида молибдена и селективного удаления материала темплата раствором плавиковой кислоты. Методами рентгеновской дифракции и рамановской спектроскопии показано, что синтезированный материал содержит только одну кристаллическую фазу — 2*H*-MoS<sub>2</sub>. Рассчитанный методом Ритвельда средний размер области когерентного рассеяния MoS<sub>2</sub> составил 3.5 нм. Методом ВРПЭМ установлено, что синтезированные частицы MoS<sub>2</sub> являются нанокристаллическими и состоят из 2-5 монослоев. По результатам ДСР, полученные наночастицы являются монодисперсными, их средний гидродинамический диаметр составляет 7.5 ± 1.5 нм.

#### Финансирование работы

Работа выполнена при финансовой поддержке РФФИ (грант № 20-03-00656).

#### Благодарности

Исследования методом просвечивающей электронной микроскопии и рентгеновской дифракции выполнены с использованием оборудования федерального ЦКП "Материаловедение и диагностика в передовых технологиях".

#### Конфликт интересов

Авторы заявляют, что у них нет конфликта интересов.

## Список литературы

- L. Li, Z. Guo, S. Wang, D. Li, X. Hou, F. Wang, Y. Yang, X. Yang. Anal. Methods, 11, 3307 (2019).
- [2] W. Choi, N. Choudhary, G.H. Han, J. Park, D. Akinwande, Y.H. Lee. Materials Today, 20, 116 (2017).
- [3] M.R. Vazirisereshk, A. Martini, D.A. Strubbe, M.Z. Baykara. Lubricants, 7, 57 (2019).
- [4] A. Molina-Sánchez, K. Hummer, L. Wirtz. Surf. Sci. Reports, 70, 554 (2015).
- [5] M. Ahmadi, O. Zabihi, Q. Li, S.M. Fakhrhoseini, M. Naebe. Nanomaterials, 9, 1400 (2019).
- [6] A. Splendiani, L. Sun, Y. Zhang, T. Li, J. Kim, C.-Yu. Chim, G. Galli, F. Wang. Nano Lett., 10, 1271 (2010).
- [7] N. Wang, F. Wei, Y.H. Qi, H.X. Li, X. Lu, G.Q. Zhao, Q. Xu. ACS Appl. Mater. Interfaces, 6, 19888 (2014).
- [8] D. Bhattacharya, S. Mukherjee, R.K. Mitra, S.K. Ray. Nanotechnology, **31**, 145701 (2020).
- [9] S. Bertolazzi, J. Brivio, A. Kis. ACS Nano, 5, 9703 (2011).
- [10] W. Dai, H. Dong, B. Fugetsu, Y. Cao, H.T. Lu, X.L. Ma, X.J. Zhang. Small, 11, 4158 (2015).
- [11] J. Wang, X. Tan, X. Pang, L. Liu, F. Tan, N. Li. ACS Appl. Mater. Interfaces, 8, 24331 (2016).
- [12] X. Huang, Z. Zeng, H. Zhang. Chem. Soc. Rev., 42, 1934 (2013).
- [13] Z. Zeng, T. Sun, J. Zhu, X. Huang, Z. Yin, G. Lu, Z. Fan, Q. Yan, H.H. Hng, H. Zhang. Angew. Chem. Int. Ed., 51, 9052 (2012).
- [14] X. Tan, W. Kang, J. Liu, C. Zhang. Nanoscale Res. Lett., 14, 317 (2019).
- [15] Q. Li, E.C. Walter, W.E. Van Der Veer, B.J. Murray, J.T. Newberg, E.W. Bohannan, J.A. Switzer, J.C. Hemminger, R.M. Penner. J. Phys. Chem. B, 109, 3169 (2005).
- [16] X. Feng, Q. Tang, J. Zhou, J. Fang, P. Ding, L. Sun, L. Shi. Cryst. Res. Technol., 6 (2013) 1–6.
- [17] X. Ren, L. Pang, Y. Zhang, X. Ren, H. Fan, S. Liu. J. Mater. Chem. A, 3, 10693 (2015).
- [18] S. Balendhran, J.Z. Ou, M. Bhaskaran, S. Sriram, S. Ippolito, Z. Vasic, E. Kats, S. Bhargava, S. Zhuiykov, K. Kalantar-zadeh. Nanoscale, 4, 461 (2012).
- [19] Y. Wang, S. Wang, C. Li, M. Qian, J. Bu, J. Wang, R. Huang. Chem. Commun., 52, 10217 (2016).
- [20] Z.-D. Huang, W. Bensch, L. Kienle, S. Fuentes, G. Alonso, C. Ornelas. Catal. Lett., **122**, 67 (2008).
- [21] J.S. Beck, J.C. Vartuli, W.J. Roth, M.E. Leonowicz, C.T. Kresge, K.D. Schmitt, C.T.W. Chu, D.H. Olson, E.W. Sheppar. J. Amer. Chem. Soc., 114, 10834 (1992).
- [22] Е.Ю. Трофимова, Д.А. Курдюков, Ю.А. Кукушкина, М.А. Яговкина, В.Г. Голубев. Физика и химия стекла, 37, 38 (2011).
- [23] E.Yu. Trofimova, D.A. Kurdyukov, S.A. Yakovlev, D.A. Kirilenko, Yu.A. Kukushkina, A.V. Nashchekin, A.A. Sitnikova, M.A. Yagovkina, V.G. Golubev. Nanotechnology, 24, 155601 (2013).
- [24] D.A. Kurdyukov, D.A. Eurov, D.A. Kirilenko, J.A. Kukushkina, V.V. Sokolov, M.A. Yagovkina, V.G. Golubev. Microp. Mesopor. Mater., 223, 225 (2016).

- [25] Д.А. Курдюков, Д.А. Еуров, Е.Ю. Стовпяга, Д.А. Кириленко, С.В. Коняхин, А.В. Швидченко, В.Г. Голубев. ФТТ, 58, 2454 (2016).
- [26] D.A. Kurdyukov, D.A. Eurov, M.K. Rabchinskii, A.V. Shvidchenko, M.V. Baidakova, D.A. Kirilenko, S.V. Koniakhin, V.V. Shnitov, V.V. Sokolov, P.N. Brunkov, A.T. Dideikin, Ye.M. Sgibnev, L.Yu. Mironov, D.A. Smirnov, A.Ya. Vul', V.G. Golubev. Nanoscale, 10, 13223 (2018).
- [27] Д.А. Курдюков, Д.А. Еуров, Е.Ю. Стовпяга, С.А. Яковлев, Д.А. Кириленко, В.Г. Голубев. ФТТ, 56, 995 (2014).
- [28] Д.А. Курдюков, Н.А. Феоктистов, Д.А. Кириленко, А.Н. Смирнов, В.Ю. Давыдов, В.Г. Голубев. ФТП, 53, 1068 (2019).
- [29] Е.Ю. Стовпяга, Д.А. Еуров, Д.А. Курдюков, А.Н. Смирнов, М.А. Яговкина, D.R. Yakovlev, В.Г. Голубев. ФТП, **52**, 1000 (2018).
- [30] Е.Ю. Стовпяга, Д.А. Еуров, Д.А. Курдюков, А.Н. Смирнов, М.А. Яговкина, В.Ю. Григорьев, В.В. Романов, D.R. Yakovlev, В.Г. Голубев. ФТТ, 59, 1598 (2017).
- [31] D.A. Eurov, D.A. Kurdyukov, D.A. Kirilenko, J.A. Kukushkina, A.V. Nashchekin, A.N. Smirnov, V.G. Golubev. J. Nanopart. Res., 17, 82 (2015).
- [32] K.N. Orekhova, D.A. Eurov, D.A. Kurdyukov, V.G. Golubev, D.A. Kirilenko, V.A. Kravets, M.V. Zamoryanskaya. J. Alloys Compd., 678, 434 (2016).
- [33] Е.Ю. Трофимова, С.А. Грудинкин, Ю.А. Кукушкина, Д.А. Курдюков, А.В. Медведев, М.А. Яговкина, В.Г. Голубев. ФТТ, 54, 1220 (2012).
- [34] Д.А. Еуров, С.А. Грудинкин, Д.А. Курдюков, А.В. Медведев, Е.Ю. Стовпяга, В.Г. Голубев. Письма ЖТФ, 41, 19, 1 (2015).
- [35] W.R. Smith, R.L. Missen. Chemical Reaction Equilibrium Analisys: Theory and Algorithms (Wiley-VCH, Germany, 1982).
- [36] L.V. Gurvich, V.S. Iorish, D.V. Chekhovskoi, V.S. Yungman. *IVTANTHERMO — A Thermodynamic Database and Software System for the Personal Computer. User's Guide* (CRC Press, Inc. Boca Raton, 1993).
- [37] B. Lei, G.R. Li, X.P. Gao. J. Mater. Chem. A, 2, 3919 (2014).
- [38] S. Mignuzzi, A.J. Pollard, N. Bonini, B. Brennan, I.S. Gilmore, M.A. Pimenta, D. Richards, D. Roy. Phys. Rev. B, 91, 195411 (2015).
- [39] A. Abraham, Lei Wang, C.D. Quilty, D.M. Lutz, A.H. McCarthy, C.R. Tang, M.R. Dunkin, L.M. Housel, E.S. Takeuchi, A.C. Marschilok, K.J. Takeuchi. ChemSusChem, 13, 1517 (2020).
- [40] H. Li, Q. Zhang, C.C.R. Yap, B.K. Tay, T.H.T. Edwin, A. Olivier, D. Baillargeat. Adv. Funct. Mater., 22, 1385 (2012).
- [41] A. Molina-Sánchez, L. Wirtz. Phys. Rev. B, 84, 155413 (2011).

Редактор А.Н. Смирнов

# Synthesis of monodisperse MoS<sub>2</sub> nanoparticles by the template method

E.Yu. Stovpiaga, D.A. Kurdyukov, D.A. Kirilenko, A.N. Smirnov, A.V. Shvidchenko, M.A. Yagovkina, V.G. Golubev

loffe Institute, 194021 St. Petersburg, Russia

**Abstract** Monodisperse molybdenum disulfide nanoparticles were synthesized in mesopores of spherical silica particles ( $mSiO_2$ ) served as a template. First, the pores of  $mSiO_2$  particles were impregnated with the precursor (ammonium tetrathiomolybdate solution). Then, the reduction of the filler in thermodynamically equilibrium conditions in H<sub>2</sub>S/H<sub>2</sub> atmosphere was carried out. The template material (a-SiO<sub>2</sub>) was selectively etched from the composite  $mSiO_2/MOS_2$  particles with HF to obtain individual MoS<sub>2</sub> nanoparticles. The mean size of MoS<sub>2</sub> nanoparticles determined by microscopic methods was found to be 3.5 nm. According to dynamic light scattering data, the nanoparticles had low size scatter (18%).