### 09

# Монодисперсные сферические наночастицы Gd<sub>x</sub>Si<sub>y</sub>O<sub>z</sub> : Eu<sup>3+</sup> для магнитно-резонансной томографии и оптической визуализации

© Д.А. Еуров<sup>1</sup>, Д.А. Курдюков<sup>1</sup>, Е.V. Shornikova<sup>2</sup>, G. Qiang<sup>2</sup>, Д.Р. Яковлев<sup>1,2</sup>, *М.* Bayer<sup>1,2</sup>, В.Г. Голубев<sup>1</sup>

<sup>1</sup> Физико-технический институт им. А.Ф. Иоффе, Россия, Санкт-Петербург <sup>2</sup> Experimentelle Physik 2, Technische Universität Dortmund, Dortmund, Germany E-mail: Edan@mail.ru

(Поступила в Редакцию 14 ноября 2018 г. В окончательной редакции 14 ноября 2018 г. Принята к публикации 20 ноября 2018 г.)

Расплавным методом синтезированы монодисперсные сферические силикатные наночастицы  $Gd_x Si_y O_z : Eu^{3+}$ . Диаметр частиц составляет 450 nm, среднеквадратичное отклонение размеров не превышает 5%. Полученные наночастицы обладают линейчатым спектром люминесценции с доминирующей полосой с максимумом 614 nm. Исследовано влияние постоянного магнитного поля до 15 T на интенсивность и форму спектров люминесценции ионов  $Eu^{3+}$ . Показано, что полученный материал обладает стабильной фотолюминесценцией, интенсивность которой не зависит от магнитного поля во всем исследуемом диапазоне. Синтезированные наночастицы  $Gd_x Si_y O_z : Eu^{3+}$  перспективны для применения в качестве контрастного средства для магнитно-резонансной томографии и люминесцентного маркера.

Работа выполнена при финансовой поддержке РФФИ (№ 15-52-12011) и DFG в рамках ICRC TRR 160.

DOI: 10.21883/FTT.2019.04.47424.323

### 1. Введение

Магнитно-резонансная томография (МРТ) является наиболее распространенным методом неинвазивной клинической диагностики благодаря детальной визуализации мягких тканей, высокому разрешению и большой глубине проникновения [1]. Кроме того, МРТ проводится без воздействия на пациента ионизирующего излучения, которое могло бы вызвать нежелательные побочные эффекты [1]. Для увеличения чувствительности метода используют контрастные вещества (КВ), большинство из которых являются соединениями гадолиния [2]. Контрастные вещества способны снижать время спин-решеточной  $(T_1)$  релаксации протонов, осуществляя позитивное (светлые участки на полученных изображениях) контрастирование. Предпочтение отдается именно T<sub>1</sub> KB, поскольку появление темных областей на изображениях, получаемых при использовании Т2 КВ, может быть обусловлено не только КВ, но и такими факторами как воздух, кровотечение, тромбы [3]. Из-за токсичности свободных ионов Gd<sup>3+</sup>, используют хелатные соединения гадолиния [4]. Ранее предполагалось, что хелаты являются безопасными и полностью выводятся из организма в том состоянии, в котором они были введены [5]. Однако в начале 2000-х годов были проведены исследования, в результате которых обнаружилась взаимосвязь между использованием гадолиний-содержащих КВ (ГСКВ) и развитием нефрогенного системного фиброза [5,6] у пациентов с нарушением функции почек, что указывало на возможную токсичность таких соединений. В последние годы появляется все больше информации, свидетельствующей о накоплении гадолиния в тканях (включая ткани головного мозга и костей) у пациентов при проведении МРТ с использованием ГСКВ [7]. Токсичность гадолиний-содержащих соединений связывают, главным образом, с вымыванием Gd<sup>3+</sup> из хелатных комплексов в кровотоке, что обусловлено нестабильностью различных ГСКВ [8]. Кроме того, хелаты гадолиния не обладают селективностью накопления в отдельных участках, а распределяются по всему организму. В результате, для достижения требуемой для контрастирования концентрации необходимы большие дозировки [9]. Еще одним недостатком хелатных комплексов является быстрое удаление из кровотока, что снижает доступное время для проведения томографии, ограничивая возможности получения изображений высокого разрешения [10].

В последнее время с целью снижения токсичности КВ на основе гадолиния, а также для преодоления упомянутых недостатков предлагают использовать наночастицы Gd<sub>2</sub>O<sub>3</sub>. Наночастицы по сравнению с молекулами могут большее время находиться в кровотоке [11], а их поверхность может быть легко модифицирована для обеспечения нацеленной доставки [12,13]. Кроме того, оксид гадолиния обладает значительно большей релаксационной эффективностью, благодаря большей плотности магнитных ионов [4]. Большее содержание Gd в наночастицах  $Gd_2O_3$ , чем в хелатных комплексах, в перспективе позволит повысить чувствительность и снизить дозировку [14]. Вследствие меньшей растворимости (произведение растворимости для  $Gd_2O_3$  порядка  $10^{-23}$ ) оксид гадолиния обладает меньшей токсичностью по сравнению с хелатами. Однако растворение даже незначительного количества ионов  $Gd^{3+}$  из наночастиц может привести к токсическим эффектам [15].

Для повышения эффективности диагностики заболеваний предпринимаются попытки объединения методов МРТ и оптической визуализации (ОВ), что открывает дополнительные возможности, например, в онкологии, сочетая такие преимущества методов, как высокое пространственное разрешение МРТ и большая чувствительность ОВ. Для оптической визуализации часто применяют ионы редкоземельных элементов (РЗЭ). Известно, что люминофоры на основе РЗЭ фотостабильны, имеют узкие линии в спектрах и большой Стоксов сдвиг [16]. Среди множества РЗЭ особо обращает на себя внимание европий благодаря большим временам жизни возбужденных состояний (миллисекунды) и излучению в видимой области спектра [17], что обуславливает перспективы его использования для диагностики различных заболеваний in vitro и in vivo [18,19]. В ряде работ была продемонстрирована интенсивная фотолюминесценция (ФЛ) европия, находящегося в силикатной матрице, в том числе в силикате гадолиния [20,21]. Кроме того, показано, что добавление Eu<sup>3+</sup> к соединениям гадолиния увеличивает релаксационную эффективность последнего [22].

Объединение в одном препарате функций КВ и люминесцентного маркера открывает возможности осуществления оптической визуализации одновременно с проведением МРТ. Это позволяет контролировать распределение и локализацию КВ в организме. При этом важно, чтобы магнитное поле не оказывало влияния на интенсивность ФЛ. В работах [23–25] показано, что интенсивность ФЛ европия, находящегося в различном окружении, как магнитном, так и немагнитном может снижаться (вплоть до 80% [24]) в магнитном поле.

В настоящей работе нами получены монодисперсные сферические наночастицы на основе силиката гадолиния, легированного ионами европия  $Gd_x Si_y O_z : Eu^{3+}$ . Силикаты, благодаря своей инертности, являются биосовместимыми [26]. Наночастицы силиката гадолиния обладают теми же преимуществами по сравнению с хелатными комплексами, что и наночастицы Gd<sub>2</sub>O<sub>3</sub>. Кроме того силикат гадолиния обладает меньшей токсичностью по сравнению с оксидом гадолиния вследствие меньшей растворимости. Исследована стабильность интенсивности  $\Phi \Pi$  полученных наночастиц  $Gd_r Si_v O_z : Eu^{3+}$  в постоянном магнитном поле. Полученные в работе наночастицы перспективны для диагностики различных заболеваний и могут одновременно использоваться в качестве контрастного вещества при проведении МРТ и яркого люминесцентного маркера для оптической визуализации.

### 2. Экспериментальная часть

#### 2.1. Реактивы

В работе использовались следующие вещества: цетилтриметиламмоний бромид (СТАВ)  $C_{16}H_{33}N(CH_3)_3Br$ , 99.99%; водный раствор аммиака (NH<sub>3</sub>), 24 wt.%; этанол ( $C_2H_5OH$ ), 95.7 vol.%; деионизованная вода (H<sub>2</sub>O) с сопротивлением 10 MΩ; тетраэтоксисилан (TEOS), 99.9%; оксид гадолиния (Gd<sub>2</sub>O<sub>3</sub>), 99.99%; оксид европия (Eu<sub>2</sub>O<sub>3</sub>), 99.99%; азотная кислота (HNO<sub>3</sub>), 70 wt.%.

## 2.2. Синтез монодисперсных сферических мезопористых частиц кремнезема

Монодисперсные сферические мезопористые частицы кремнезема (SiO<sub>2</sub>) диаметром  $450 \pm 20$  nm синтезированы гидролизом TEOS в спирто-водно-аммиачной среде, содержащей цилиндрические мицеллы поверхностно-активного структурообразующего агента — СТАВ [27–30]. Мольное соотношение компонентов реакционной смеси TEOS:NH<sub>3</sub>:H<sub>2</sub>O:C<sub>2</sub>H<sub>5</sub>OH:CTAB составило 1:19:370:230:0.2. Продолжительность синтеза — 1 h. Полученные частицы отделяли центрифугированием, высушивали на воздухе при 80°C в течение 24 часов и отжигали при температуре 550°C в течение 5 h. По результатам адсорбционного структурного анализа удельная поверхность, объем и диаметр пор в частицах составили 605 m<sup>2</sup> g<sup>-1</sup>, 0.50 cm<sup>3</sup> g<sup>-1</sup> и 3.10 ± 0.15 nm, соответственно.

## 2.3. Синтез монодисперсных сферических силикатных наночастиц Gd<sub>x</sub> Si<sub>v</sub> O<sub>z</sub> : Eu<sup>3+</sup>

Для получения монодисперсных сферических частиц силиката гадолиния, легированного ионами европия, использовали капиллярную пропитку SiO<sub>2</sub> частиц расплавами нитратов Gd (III) и Eu (III) с их последующим разложением [31,32]. Навески оксидов Gd<sub>2</sub>O<sub>3</sub> и Eu<sub>2</sub>O<sub>3</sub> в мольном соотношении 0.95:0.05 растворяли в HNO<sub>3</sub> и деионизованной воде для получения 0.5 M раствора нитрата. Полученный раствор упаривали при температуре 100°C. В результате образовывался расплав кристаллогидратов нитратов Gd (III) и Eu (III). К полученному расплаву добавляли навеску синтезированных частиц SiO<sub>2</sub>. Затем проводили отжиг при температуре 850°C в потоке O<sub>2</sub> до полного разложения нитратов и формирования силикатов.

#### 2.4. Измерение ФЛ в магнитном поле

Образцы для оптических измерений представляли собой порошок белого цвета, который наносился на покровное стекло. Для низкотемпературных измерений полученные пленки помещали на титановый держатель в трехкоординатном пьезопозиционере, установленном во вставке, позволяющей регулировать температуру (2.2–70 K), в гелиевом криостате, оснащенном сверхпроводящей катушкой (магнитное поле 0–15 T).

Спектры ФЛ исследуемых образцов измеряли при возбуждении He–Cd, аргоновым или полупроводниковым лазерами с длиной волны, соответственно, 325, 514 или 405 nm. Плотность возбуждения составляла  $0.1-1 \text{ W} \cdot \text{cm}^{-2}$ . ФЛ спектрально разрешалась с помощью 0.5 m спектрографа и регистрировалась с использованием азотно-охлаждаемой ПЗС-камеры. Магнитное поле прикладывалось в геометрии Фарадея (параллельно возбуждающему свету).

### 3. Результаты и обсуждение

Методами порошковой рентгеновской дифракции [32] и селективной лазерной спектроскопии [33] установлено, что при разложении нитрата гадолиния, находящегося в порах частиц мезопористого SiO<sub>2</sub>, при температуре ~  $600^{\circ}$ C на воздухе образуется аморфный оксид гадолиния. При увеличении температуры отжига до 1000°C происходит кристаллизация материала и формирование фазы с гексагональной кристаллической структурой (пространственная группа  $P6_3/m$ ) оксиапатита Gd<sub>9.33</sub> $\Box_{0.67}$ (SiO<sub>4</sub>)<sub>6</sub>O<sub>2</sub>, где  $\Box$  — вакансия.

Основываясь на полученных нами ранее результатах, в данной работе с целью получения силикатных частиц  $Gd_x Si_y O_z : Eu^{3+}$  для термообработки нитратов Gd (III) и Eu (III), находящихся в порах частиц мезопористого SiO<sub>2</sub>, была выбрана температура отжига 850°С. Отжиг проводили в потоке О2. В результате происходило взаимодействие образующихся в ходе разложения нитратов оксидов гадолиния и европия с материалом матрицы — SiO<sub>2</sub> и образование силиката гадолиния, легированного ионами европия. Выбранная температура недостаточна для кристаллизации материала, в результате образующийся силикат является рентгеноаморфным (рентгенограмма аналогична приведенной в работе [32]). Разработанный нами расплавный метод [31,34,35] позволяет осуществлять полное заполнение доступного объема пор частиц мезопористого SiO<sub>2</sub> и избежать при разложении введенных прекурсоров формирования массивного вещества на поверхности частиц. Благодаря этому взаимодействие оксидов гадолиния и европия с кремнеземом происходит непосредственно внутри частиц, не затрагивая внешнюю поверхность, в результате чего удалось избежать изменения формы и размеров исходных частиц мезопористого SiO<sub>2</sub> и получить монодисперсные сферические силикатные наночастицы  $Gd_x Si_y O_z$ : Eu<sup>3+</sup>. По результатам анализа изображений частиц, полученных с использованием просвечивающего и сканирующего электронных микроскопов их размер соответствует размеру исходных частиц мезопористого SiO<sub>2</sub>. Среднеквадратичное отклонение диаметров не превышает 5%.

Разработанная технология позволяет осуществлять легирование силиката гадолиния ионами европия



**Рис. 1.** Нормированные спектры фотолюминесценции наночастиц  $Gd_xSi_yO_z:Eu^{3+}$  при возбуждении аргоновым лазером с длиной волны 514 nm (*1*) и He–Cd лазером с длиной волны 325 nm (*2*). *T* = 300 K. Для удобства сравнения спектры сдвинуты по вертикали.

в процессе его синтеза. Получаемые наночастицы  $Gd_x Si_y O_z : Eu^{3+}$  обладают яркой (наблюдаемой невооруженным глазом) ФЛ в видимой области спектра. Для полученных частиц мезопористого SiO<sub>2</sub>, отожженных после заполнения нитратами гадолиния и европия при температуре 600°С и содержащих аморфный  $Gd_2O_3 : Eu^{3+}$ , удалось зарегистрировать спектр с одной частицы [31], что свидетельствует о яркости ФЛ. Отметим, что форма линий и их интенсивность в спектрах ФЛ, измеренных для наночастиц  $Gd_x Si_y O_z : Eu^{3+}$  сразу после синтеза и для тех же частиц, хранящихся в воде в течение месяца, совпадают. Это свидетельствует о том, что полученные люминесцентные наночастицы не деградируют в водных средах.

На рис. 1 приведены нормированные спектры ФЛ наночастиц  $Gd_x Si_v O_7 : Eu^{3+}$ , измеренные при комнатной температуре и возбуждении аргоновым лазером с длиной волны 514 nm (кривая 1) и He-Cd лазером с длиной волны 325 nm (кривая 2). В спектрах наблюдается группа линий [31], соответствующих внутрицентровым переходам в Eu<sup>3+</sup>:  ${}^{5}D_{0}-{}^{7}F_{J}$ , где J=0, 1, 2 (переходы отмечены на спектрах). Видно, что независимо от длины волны возбуждающего излучения, форма спектров и соотношение интенсивностей линий в целом похожи. Наблюдается некоторое отличие в соотношении интенсивности линии, соответствующей переходу  ${}^{5}D_{0}-{}^{7}F_{0}$ , при этом спектральное положение линий совпадает. При возбуждении лазером с длиной волны 405 nm и температуре 70 К (рис. 2 кривая 1) форма спектров и соотношение интенсивностей линий практически не меняются, лишь при снижении температуры до 4К



**Рис. 2.** Нормированные спектры фотолюминесценции наночастиц  $Gd_x Si_y O_z : Eu^{3+}$  при возбуждении лазером с длиной волны 405 nm при температуре 70 (*1*) и 4 К (*2*). Для удобства сравнения спектры сдвинуты по вертикали.

(рис. 2 кривая 2) широкая полоса в области 614 nm расщепляется на две компоненты.

Стабильность интенсивности излучения полученных наночастиц  $Gd_x Si_v O_z : Eu^{3+}$  исследовали с использованием лазера с длиной волны 405 nm. Измерение спектров ФЛ в магнитном поле проводили при температуре 4 К, поскольку при этой температуре в спектре проявляются дополнительные особенности, и возможные эффекты, связанные с влиянием магнитного поля на излучение ионов Eu<sup>3+</sup> при низких температурах становятся более выраженными. Для измерений использовали постоянное магнитное поле величиной до 15 Т. На сегодняшний день при проведении МРТ в обычных томографах применяются магнитные поля до 3 Т. Для улучшения качества получаемых при МРТ изображений величину магниного поля необходимо повышать. Так, в университете Иллинойса в Чикаго уже функционирует томограф с магнитным полем 9.4 Т. Кроме того, ведутся разработки по созданию томографа с магнитным полем 11.75 Т [36]. Большие магнитные поля позволяют увеличить отношение сигнал-шум при получении изображений, а также чувствительность метода, что особенно важно при МРТ головного мозга. При увеличении магнитного поля значительно увеличивается чувствительность обнаружения ангиопатии и микрокровоизлияний в мозгу [37]. Так, изменение магнитной восприимчивости тканей в результате нарушенного окислительного метаболизма или повреждения эритроцитов после кровоизлияния проявляется в значительно более выраженном контрасте при использовании больших магнитных полей [37].

Для исследования влияния магнитного поля на излучение ионов Eu<sup>3+</sup> были измерены спектры ФЛ наночастиц  $Gd_x Si_y O_z$ : Eu<sup>3+</sup> при приложении постоянного магнитного поля в диапазоне от 0 до 15 Т (рис. 3). Видно, что магнитное поле не оказывает влияния на люминесценцию ионов Eu<sup>3+</sup>. Спектры практически идентичны в пределах всего диапазона исследуемых магнитных полей. На вставке рис. 3 приведена зависимость нормированной интегральной интенсивности излучения  $Eu^{3+}$  для перехода  ${}^5D_0 - {}^7F_2$  от приложенного магнитного поля. Видно, что интенсивность излучения не зависит от внешнего магнитного поля — изменение интегральной интенсивности линии, соответствующей переходу  ${}^{5}D_{0}-{}^{7}F_{2}$ , во всем диапазоне магнитных полей не превышает 3%. Благодаря тому, что спектры ФЛ ионов Eu<sup>3+</sup> не зависят от внешнего магнитного поля, полученные наночастицы  $Gd_x Si_y O_z : Eu^{3+}$  перспективны для применения в диагностике в качестве контрастного вещества при проведении МРТ с функцией люминесцентного маркера. Поскольку магнитное поле не влияет на интенсивность люминесценции ионов Eu<sup>3+</sup>, можно отслеживать распределение КВ на основе полученных наночастиц непосредственно при проведении МРТ, а также контролировать вывод наночастиц из организма после МРТ при помощи методов оптической визуализации.



Рис. 3. Спектры фотолюминесценции наночастиц  $\operatorname{Gd}_x\operatorname{Si}_y\operatorname{O}_z:\operatorname{Eu}^{3+}$ при возбуждении лазером с длиной волны 405 nm при приложении внешнего магнитного поля. T = 4 К. Для удобства сравнения спектры сдвинуты по вертикали. На вставке приведена нормированная интегральная интенсивность фотолюминесценции Eu<sup>3+</sup> для перехода  ${}^{5}D_{0}-{}^{7}F_{2}$  в зависимости от приложенного магнитного поля. Погрешность измерения интенсивности не превышает размера символа.

### 4. Заключение

В данной работе синтезированы монодисперсные сферические наночастицы аморфного силиката гадолиния, легированного ионами европия. Размер частиц составил 450 nm, среднеквадратичное отклонение размеров не превышает 5%. Полученные наночастицы обладают линейчатым спектром люминесценции с доминирующей полосой с максимумом 614 nm. Исследована стабильность люминесценции ионов  $Eu^{3+}$  в постоянном магнитном поле в диапазоне от 0 до 15 Т. Показано, что интенсивность линий и форма спектров ФЛ не зависят от внешнего магнитного поля. Изменение интегральной интенсивности излучения  $Eu^{3+}$  для перехода  ${}^5D_0 - {}^7F_2$  во всем диапазоне исследуемых полей не превышает 3%.

Синтезированные наночастицы  $Gd_x Si_y O_z : Eu^{3+}$  перспективны для использования в диагностике в качестве контрастного вещества для МРТ с функцией люминесцентного маркера. Стабильность интенсивности люминесценции полученных наночастиц в сильных (до 15 T) магнитных полях открывает возможность мониторинга локализации и вывода контрастного вещества на основе таких частиц при проведении МРТ.

### Список литературы

- [1] Z.R. Stephen, F.M. Kievit, M. Zhang. Mater. Today 14, 330 (2011).
- [2] Z. Zhou, Z.-R. Lu. Wiley Interdiscip. Rev. Nanomed. Nanobiotechnol. 5, 1 (2013).
- [3] H.U. Ahmed, A. Kirkham, M. Arya, R. Illing, A. Freeman, C. Allen, M. Emberton. Nat. Rev. Clin. Oncol. 6, 197 (2009).
- [4] P. Caravan. Chem. Soc. Rev. 35, 512 (2006).
- [5] S.E. Cowper, H.S. Robin, S.M. Steinberg, L.D. Su, S. Gupta, P.E. Le Boit. Lancet 356, 1000 (2000).
- [6] P. Marckmann, L. Skov, K. Rossen, A. Dupont, M.B. Damholt, J.G. Heaf, H.S. Thomsen. J. Am. Soc. Nephrol. 17, 2359 (2006).
- [7] M. Rogosnitzky, S. Branch. Biometals 29, 365 (2016).
- [8] M.A. Sieber, P. Lengsfeld, T. Frenzel, S. Golfier, H. Schmitt-Willich, F. Siegmund, J. Walter, H.-J. Weinmann, H. Pietsch. Eur. Radiol. 18, 2164 (2008)
- [9] A. Hedlund, M. Ahrén, H. Gustafsson, N. Abrikossova, M. Warntjes, J.-I. Jönsson, K. Uvdal, M. Engström. Int. J. Nanomedicine 6, 3233 (2011).
- [10] G.H. Lee, Y. Chang, T.-J. Kim. Eur. J. Inorg. Chem. 2012, 1924 (2012).
- [11] H. Wang, L. Zheng, C. Peng, R. Guo, M. Shen, X. Shi, G. Zhang. Biomaterials **32**, 2979 (2011).
- [12] D.-E. Lee, H. Koo, I.C. Sun, J.H. Ryu, K. Kim, I.C. Kwon. Chem. Soc. Rev. 41, 2656 (2012).
- [13] D.J. Irvine. Nature Mater. 10, 342 (2011).
- [14] C.-H. Huang, A. Tsourkas. Curr Top Med Chem. 13, 411 (2013).
- [15] X. Tian, F. Yang, C. Yang, Y. Peng, D. Chen, J. Zhu, F. He, L. Li, X. Chen. Int. J. Nanomed. 9, 4043 (2014).
- [16] J. Jung, M.A. Kim, J.-H. Cho, S.J. Lee, I. Yang, J. Cho, S.K. Kim, C. Lee, J.K. Park. Biomaterials 33, 5865 (2012).
- [17] K. Binnemans. Chem. Rev. 109, 4283 (2009).

- [18] J.C.G. Bünzli. Chem. Rev. 110, 2729 (2010).
- [19] C.P. Montgomery, B.S. Murray, E.J. New, R. Pal, D. Parker. Acc. Chem. Res. 42, 925 (2009).
- [20] N.M.K. Tse, D.F. Kennedy, N. Kirby, B.A. Moffat, B.W. Muir, R.A. Caruso, C.J. Drummond. Adv. Healthcare Mater. 2, 836 (2013).
- [21] Y. Parganihaa, J. Kaura, N. Dubeya, V. Dubeyb, R. Shrivastavac, S.J. Dhobled, H.C. Swart. Ceram. Int. 43, 9084 (2017).
- [22] S.L. Pinho, H. Faneca, C.F. Geraldes, M.H. Delville, L.D. Carlos, J. Rocha. Biomaterials 33, 925 (2012).
- [23] W. Jiang, J. Zhang, W. Chen, P. Chen, J. Han, B. Xu, S. Zheng, Q. Guo, X. Liu, J. Qiu. J. Appl. Phys. **116**, 123103 (2014).
- [24] Y. Zhang, Q. Xiao, H. He, J. Zhang, G. Dong, J. Han, J. Qiu. J. Mater. Chem. C 3, 10140 (2015).
- [25] P. Chen, H. Jia, J. Zhang, J. Han, X. Liu, J. Qiu. J. Phys. Chem. C 119, 5583 (2015).
- [26] C.-C. Huang, W. Huang, C.-H. Su, C.-N. Feng, W.-S. Kuoa, C.-S. Yeh. Chem. Commun. 0, 3360 (2009).
- [27] E.Yu. Trofimova, D.A. Kurdyukov, Yu.A. Kukushkina, M.A. Yagovkina, V.G. Golubev. Glass Phys. Chem. 37, 378 (2011).
- [28] E.Yu. Trofimova, D.A. Kurdyukov, S.A. Yakovlev, D.A. Kirilenko, Y.A. Kukushkina, A.V. Nashchekin, A.A. Sitnikova, M.A. Yagovkina, V.G. Golubev. Nanotechnology 24, 155601 (2013).
- [29] D.A. Kurdyukov, D.A. Eurov, D.A. Kirilenko, J.A. Kukushkina, V.V. Sokolov, M.A. Yagovkina, V.G. Golubev. Micropor. Mesopor. Mater. 223, 225 (2016).
- [30] E.Y. Stovpiaga, D.A. Kurdyukov, Y.A. Kukushkina, V.V. Sokolov, M.A. Yagovkina. Glass Phys. Chem. 41, 316 (2015).
- [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] S.P. Feofilov, A.B. Kulinkin, D.A. Eurov, D.A. Kurdyukov, V.G. Golubev. Mater. Res. Express 1, 025019 (2014).
- [34] 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).
- [35] Д.А. Еуров, Д.А. Курдюков, А.В. Медведев, Д.А. Кириленко, D.R. Yakovlev, В.Г. Голубев. Письма ЖТФ 43, 65 (2017).
- [36] H. Kanithi, D. Blasiak, J. Lajewski, C. Berriaud, P. Vedrine, G. Gilgrass. IEEE Trans. Appl. Supercond. 24, 1 (2014).
- [37] P.R. Luijten, D.W.J. Klomp. Drug Discov. Today Technol. 8, 103 (2011).

Редактор К.В. Емцев