Санкт-Петербургский политехнический университет Петра Великого Институт физики, нанотехнологий и телекоммуникаций

На правах рукописи

Фараджева Мислимат Пиралиевна

«Технологии синтеза и свойства наномодифицированных материалов ВТСП - Y(Ba_xBe_{1-x})₂Cu₃O_{7-δ} и мультиферроика – BiFeO₃»

Направление подготовки 03.06.01 Физика и астрономия

Код и наименование Направленность 03.06.01_05 Физика конденсированного состояния

Код и наименование

НАУЧНЫЙ ДОКЛАД

об основных результатах научно-квалификационной работы (диссертации)

Научный руководитель: д.ф.-м.н., проф. Приходько Александр Владимирович

Санкт Петербург – 2019

Научно-квалификационная работа выполнена на кафедре экспериментальной физики Института физики, нанотехнологий и телекоммуникаций федерального государственного автономного образовательного учреждения высшего образования «Санкт-Петербургский политехнический университет Петра Великого»

Зав.кафедрой экспериментальной физики:	– Апушкинский Евгений Геннадиевич, д.фм.н., проф.
Научный руководитель:	– Приходько Александр Владимирович, д.фм.н., проф.
Рецензенты:	– Иванов Вадим Константинович д.фм.н., проф. СПБПУ
	– Насрединов Фарит Сабирович д.фм.н., проф. СПБПУ.
	–Ястребов Сергей Гурьевич ведущий научный сотрудник, ФГБУН Физико-технический институт им. А.Ф.Иоффе РАН, д.фм.н.

С научным докладом можно ознакомиться в библиотеке ФГАОУ ВО «Санкт-Петербургский политехнический университет Петра Великого» и на сайте Электронной библиотеки СПбПУ по адресу: http://elib.spbstu.ru

ОБЩАЯ ХАРАКТЕРИСТИКА РАБОТЫ

Актуальность работы заключается в разработке конкурентоспособных технологий изготовления наноматериалов и изделий из конструкционной и функциональной нанокерамики для машиностроения, электроники, средств связи, атомной, авиакосмической техники и т.п. По мере уменьшения размера частиц, материалы могут проявить уникальные свойства ввиду возрастающей роли удельной поверхности, которая увеличивается в 10 миллионов раз при изменении размера от сантиметра до нанометра [1]. В некоторых материалах это может привести и к структурным изменениям. Например, получение мультиферроика - феррита висмута в наноструктурированном состоянии позволяет улучшить его магнитные характеристики за счет подавления пространственно-модулированной спиновой циклоиды [2], а сверхпроводника YBa₂Cu₃O_{7-δ} улучшить эксплуатационные характеристики этого материала.

Нанопорошки используются как исходное сырье для получения нанокерамики и тонких пленок. Одним из важных этапов синтеза нанокерамики является компактирование нанопорошков необходимой плотности и формы. Высокая удельная поверхность нанопорошков препятствует прессовке и формаванию [3-5], а также усложняет процесс спекания, т.е. подобрать такие технологические параметры (температуру, время выдержки, скорость нагрева) которые обеспечат необходимые функциональные свойства конечного продукта. Важно также обеспечить химическую очистку и требуемый фазовый состав готовых изделий. Кроме того уменьшение размера кристаллитов – традиционный способ улучшения каталитической активности материалов, активности в твердофазных реакциях и процессах спекания. Ввиду проявления квантовых эффектов свойства наноматериалов могут значительно отличаться от объемных. Поэтому разработка технологий синтеза и исследование свойств наномодифицированных материалов является важным аспектом индустрии наносистем.

Цель и задачи исследования

Целью научной работы является синтезирование наномодифицированных материалов на основе $Y(Ba_xBe_{1-x})_2Cu_3O_{7-\delta}$ и BiFeO₃ и установление влияния состава образцов $Y(Ba_xBe_{1-x})_2Cu_3O_{7-\delta}$ и BiFeO₃ с разным размером частиц (от 10нм до 2 мкм) на их электрические, механические и теплофизические свойства.

Научная новизна

Разработана технология синтеза наномодифицированных материалов на основе Y(Ba_xBe_{1-x})₂Cu₃O_{7-δ} и BiFeO₃. Определены оптимальные технологические параметры их синтеза, при которых можно получить однородные по составу и дисперсности наноматериалы. Показано, что электрические, тепловые и магнитные свойства полученных наномодифицированных материалов отличаются от микрокристаллических и зависят от полидисперсности частиц.

Теоретическая и практическая значимость

Получение высокотехнологичных функциональных материалов с заданными целевыми свойствами и зернами нанометрового масштаба позволит решить проблему дальнейшей микроминиатюризации активных элементов, различных устройств и исполнительных механизмов твердотельной электроники и электроэнергетики.

Наноматериалы ВТСП Y(Ba_xBe_{1-x})₂Cu₃O_{7-δ} могут найти применение в каталитических процессах, где требуются катализаторы на основе носителей, сочетающих высокую поверхность со стойкостью к различным средам при высоких температурах, для создания наноразмерных компонентов электронной техники, в том числе тонкопленочной технологии.

Рекристаллизация этих порошков в результате их нагрева до соответствующих температур позволит получать керамику высокой плотности путем компактирования порошков разной дисперсности.

Из УДП соответствующих составов изготавливают изделия конструкционной, сверхпроводящей, электро-, сегнето-, пьезо-нанокерамики [3]: торцевых уплотнений для автотракторных двигателей; турбинок для бензонасосов; фильер, дорнов, калибров, экструзионных матриц для кабельного производства; сегнетокерамических подложек для ИК-датчиков; корпусов СВЧсмесителей с прецизионными допусками на типоразмеры для систем связи; керамических ВТСП-сквидов; ВТСП-экранов электромагнитных полей и др.

Феррит висмута является перспективным магнитоэлектрическим материалом и на основе этих материалов можно создавать магнитные сенсоры, емкостные электромагниты, элементы магнитной памяти, СВЧ фильтры и другие устройства.

Апробация работы

Материалы диссертации докладывались на всероссийских и международных конференциях:

IEEE International Conference on Electrical Engineering and Photonics, 2018, Санкт-Петербург; 5th International School and Conference on Optoelectronics, Photonics, Engineering and Nanostructures, 2018, Санкт-Петербург; неделя науки СПбПУ Материалы научной конференции с международным участием. Институт физики, нанотехнологий и телекоммуникаций 2018, 2017,2015 Санкт-Петербург; научная сессия НИЯУ МИФИ, 2015, Москва; "Порядок, беспорядок и свойства оксидов" ОDPO-17, 2014, Ростов-на Дону; XIV Российской конференции по теплофизическим свойствам веществ (РКТС-14), 2014, Казань; XII International Conference on Nanostructured Materials NANO, 2014, Москва.

Публикации

Опубликованные по теме диссертации 8 печатных работ общим объемом 51 п.л., в том числе авторских 10 п.л., в их числе 6 работ объемом 45п.л. – в журналах, рекомендованных ВАК Министерства образования и науки РФ, обладают теоретической и практической ценностью.

Представление научного доклада: основные положения

- Синтезированы нанопорошки Y(Ba_xBe_{1-x})₂Cu₃O_{7-δ} и BiFeO₃ глициннитратным методом. Определены оптимальные параметры синтеза однофазных и однородных наноматериалов.
- Проведены исследования температурной зависимости электросопротивления материалов на основе Y(Ba_xBe_{1-x})₂Cu₃O_{7-δ} в стационарном и наносекундном режимах.
- Проведены исследования диэлектрических, магнитных и тепловых свойств наномодифицированного феррита висмута.

СОДЕРЖАНИЕ РАБОТЫ

Диссертационная работа состоит из введения, пяти глав, заключения, списка литературы. Полный объем работы 105 страниц, включая 43 рисунка, 1 таблицу и список литературы из 95 наименований.

Во введении обоснована актуальность темы диссертационной работы и дана ее общая характеристика. Сформулированы цели и задачи работы. Приведены научные положения, выносимые на защиту.

<u>В первой главе</u> проведен анализ имеющихся литературных данных по методам получения наноматериалов и физической природы эффектов возникающих при модификации материалов, полученных как по традиционным технологиям так и по нанотехнологиям, их описания и измерения основных характеристик. Кратко излагаются основные результаты исследований ВТСП и феррита висмута, делается осмысление тех особенностей, которые возникли сейчас в связи с развитием технологий изготовления сверхпроводников и ферроиков и расширением сфер их применения. Известные результаты, данные в первой главе, стали отправной точкой диссертационного исследования и необходимы для дальнейшего изложения.

<u>Вторая глава</u> «Технология изготовления наномодифицированных ВТСП структур и измерение их характеристик».

Методом химической технологии – сжиганием глицин-нитраторганических прекурсоров автором получены нанопорошки на основе оксидов, в том числе сложных, на основе иттрия, бария, бериллия, и меди. Полученные нанопорошки оксидов, образующих соединение $Y(Ba_{1-x}Be_x)_2Cu_3O_{7-\delta}$, имеют размеры частиц 20 ÷ 50 нм и низкой насыпной плотностью. Нанопорошки в сухом виде имеют большой насыпной объем. Насыпная плотность для образов на основе $YBa_2Cu_3O_{7-\delta}$ $Y(Ba_{1-0.5}Be_{0.5})_2Cu_3O_{7-\delta}$ и $YBe_2Cu_3O_{7-\delta}$ составляет: 0,15г/см³, 0,08г/см³ и 0,025г/см³ соответственно

<u>Третья глава</u> «Исследования температурной зависимости электросопротивления наномодифицированных YBa₂Cu₃O₇₋₆ материалов»

Приведены методики исследования температурных зависимостей электросопротивления в стационарном и наносекундном режимах.

<u>Четвертая глава</u> «Технология изготовления наномодифицированного феррита висмута и измерение их характеристик».

Описана технология синтеза нанопорошков на основе BiFeO₃ методом сжигания нитрат-органических прекурсоров. Исследованы морфология, структура и фазовый состав полученных материалов.

<u>Пятая глава.</u> «Исследования физических свойств наномодифицированного феррита висмута».

Проведены исследования диэлектрических, тепловых, гравиметрических и магнитных свойств наномодифицированного феррита висмута.

Объекты, и методы исследования

Объекты исследования - наномодифицированные материалы $Y(Ba_xBe_{1-x})_2Cu_3O_{7-\delta}$ и BiFeO₃

Методы исследования:

Морфология: Сканирующий электронный микроскоп LEO- 1450 с микрозондовым анализатором ISYS с системой EDX (Carl-Zeiss SMT AG, Германия. 2000г.)*;

Структура и фазовый состав: дифрактометр «PANalytical Empyrean series 2»**;

Дифференциальный термический анализ (ДТА): прибор синхронного термического анализа STA 449 F3 JUPITER**

Теплоемкость –дифференциальный сканирующий калориметр DSC 204 F1 Phoenix® (фирмы NETZSCH)*

Электрические свойства: стандартный 4х зондовый метод**, импульсная методика при наносекундных длительностях напряжений***

Магнитные свойства****: магнитометр Lake shore model 7407.

*Аналитический центр коллективного пользования Дагестанского научного центра Российской академии наук (АЦКП ДНЦ РАН)

**НОЦ «Нанотехнологии» Дагестанского государственного университета

*** Кафедра экспериментальной физики СПбПУ ****Кафедра магнетизма МГУ

Результаты и их обсуждение

Методом химической технологии – сжиганием глицин-нитраторганических прекурсоров автором получены нанопорошки на основе оксидов, в том числе сложных, на основе иттрия, бария, бериллия, и меди. Полученные нанопорошки оксидов, образующих соединение $Y(Ba_{1-x}Be_x)_2Cu_3O_{7-\delta}$, имеют размеры частиц 20 ÷ 50 нм и низкой насыпной плотностью. Нанопорошки в сухом виде имеют большой насыпной объем. Насыпная плотность для образов на основе $YBa_2Cu_3O_{7-\delta}$ $Y(Ba_{1-0.5}Be_{0.5})_2Cu_3O_{7-\delta}$ и $YBe_2Cu_3O_{7-\delta}$ составляет: 0,15г/см³, 0,08г/см³ и 0,025г/см³ соответственно.

Исследования структуры, полученных образцов наномодифицированных материалов, проводились на дифрактометре PANalytical Empyrean series 2, морфология этого порошка, исследовалась на сканирующем зондовом микроскопе LEO-1450 с EDX-анализатором INCA Energy.

Морфология полученных нанопорошков представлены на рисунке 1. Термообработка синтезированных нанопорошков при различных параметрах (значение максимальной температуры, скорость нагревания и время выдержки) позволяет управлять степенью рекристаллизации частиц и изменением кислородной стехиометрии. Это дает возможность получать порошки различной дисперсности.



Рис.1 SEM изображения нанопорошка состава: a) YBa₂Cu₃O_{7-δ} б) Y(Ba_{0.5}Be_{0.5})₂Cu₃O_{7-δ} B) YBe₂Cu₃O_{7-δ}

Путем компактирования порошков различной дисперсности, в том числе, наноразмерных можно получать керамические материалы в два этапасинтез (в виде нанопорошка) и спекание, со свойствами материалов, получаемых по обычной керамической технологии в четыре и более этапов. Компактированием порошков различной дисперсности получены керамические материалы $Y(Ba_{1-x}Be_x)_2Cu_3O_{7-\delta}$, различной плотности. При добавлении нанопорошка образцы при спекании уплотняется. Эти керамические материалы могут быть использованы в качестве мишеней для магнетронного распыления. Разработанная методика приводит к существенному снижению энергозатрат при получении керамических материалов предложенным способом за счет снижения температуры синтеза и спекания, а также за счет снижения числа этапов изготовления соответствующих материалов, в отличие от обычного метода керамической технологии.

Приведены методики исследования температурных зависимостей электросопротивления в стационарном и наносекундном режимах.

Для оценки транспортных характеристик образцов проводились исследования температурных зависимостей сопротивления R(T) в области сверхпроводящего фазового перехода в наносекундном интервале длительностей приложенного напряжения, по методике, описанной в работе [6]. На рис. 2 представлены температурные зависимости сопротивления образцов R(T) в области перехода в сверхпроводящее состояние для образцов с различным содержанием нанопорошка (0 – 100 %), при длительности импульса приложенного напряжения 5 нс. Результаты измерений представлены в относительных единицах, где R_0 – значение сопротивления при T = 100 K.



Рис. 2 Температурная зависимость сопротивления образцов $YBa_2Cu_3O_{7-\delta}$ в области сверхпроводящего перехода для различных концентраций введенного нанопорошка, %: 0 (*I*), 10 (*2*), 20 (*3*), 30 (*4*), 100 (*5*)



Рис. 3 Зависимости критической температуры перехода образцов в сверхпроводящее состояние от концентрации нанопорошка в статическом (1 [7]) и наносекундном (2) режимах; данные получены для керамики (1) и для смеси порошков (2)

На рисунке 3 приведены зависимости величины T_c от концентрации нанопорошка (N, %) в стационарном режиме (кривая I, [7]) и в наносекундном (кривая 2). Значения T_c для чисто микрокристаллических образцов (N = 0%) в стационарном и наносекундном режимах различаются, так как в первом случае авторы работы [7] исследовали керамику YBa₂Cu₃O_{7-δ}, полученную методом твердофазного спекания, тогда как во втором [8] – смесь порошков.

Введение наночастиц других элементов в керамику $YBa_2Cu_3O_{7-\delta}$, как правило, снижает критическую температуру перехода в сверхпроводящее состояние T_c [9,10], тогда как для наших наноструктурированных материалов значение T_c увеличивается. Это можно объяснить тем, что в исследуемых нами структурах нанодисперсный порошок выступает в качестве связующего, образуя сеть слабых связей джозефсоновского типа в микрокристаллическом ВТСП. Нанодисперсный наполнитель, располагаясь между микрочастицами ВТСП, обеспечивает формирование сверхпроводящего перколяционного кластера в неоднородной среде.

Добавление бериллия в соединение Y(Ba_{1-x}Be_x)₂Cu₃O_{7-δ} приводит к снижению абсолютного значения электросопротивления и увеличению температуры спекания.



Рис.4 Зависимость сопротивления наномодифицированных образцов YBCO- УМН при комнатной температуре

Наносекундные исследования образцов ВТСП YBCO модифицированных углеродными многослойными нанотрубками не привело к изменению параметров сверхпроводящего перехода, однако начиная с 20% содержания нанотрубок резко увеличивается значение сопротивления (рис.4).

Нанопорошки на основе BiFeO₃ синтезированы автором методом сжигания нитрат-органических прекурсоров. При получении этого материала, эквимолярные количества Bi(NO₃)₃ и Fe(NO₃)₃ смешиваются в определенных соотношениях и получается водный раствор нитратов соответствующего соединения. В полученный раствор добавляется азотная кислота и глицин в количестве, рассчитанном по окислительно-восстановительной реакции:

 $Bi(NO_3)_3 + 3NH_2 - CH_2 - COOH \rightarrow Bi(OOCCH_2NH_2)_3 + 3HNO_3$ $Fe(NO_3)_3 + 3NH_2 - CH_2 - COOH \rightarrow Fe(OOCCH_2NH_2)_3 + 3HNO_3$

В результате многократных проб был получен положительный результат - однородный по составу и дисперсности нанопорошок соединения BiFeO₃ при соблюдении следующих технологических параметров. Раствор выпаривается до плотности в пределах 1,14÷1,16. Полученный раствор нагревается со скоростью 10÷30 град/мин. Температура вспышки 150÷200°C; температура горения 500÷600°C.

При других технологических режимах синтезированный нанопорошок содержал побочные фазы такие как Bi_2O_3 - β ; Bi_2O_3 , Fe_3O_4 . На чистоту, однородность и дисперсность конечного продукта оказывало влияние как скорость нагрева прекурсора, так и температура вспышки.

На рисунке 5 приведены дифрактограмма и фазовая диаграмма синтезированного нанопорошка феррита висмута. Как видно из этого рисунка, при получении нанопорошка по вышеуказанной технологии, образуется преимущественно одна (см. вставку на рис.5) фаза феррита висмута BiFeO₃. Однако при 28° есть не распознанный дифрактометром пик, который исчезает при термообработке нанопорошка в течение 1 часа при 600°C. Повышение температуры приводит к появлению побочных фаз и пик при 28° идентифицируется как муллит Bi₂Fe₄O₉.

Согласно результатам исследования размеры частиц составляют в среднем \geq 35 нм. Полученный порошок обладает ферромагнитными свойствами, поскольку размеры его частиц меньше 62 нм, что является результатом разрушения спиновой циклоиды. Проявление ферромагнетизма также связано с наличием оксида железа Fe₂O₃ в аморфном состоянии, так как на магнитное поле реагирует вся масса порошка. Рыжий цвет синтезированного порошка также может свидетельствовать о наличии Fe₂O₃.



Рис.5 Дифрактограммы и результаты фазового анализа синтезированного образца.

На рисунке 6 приведены результаты температурной и частотной зависимостей относительной электроемкости (отнесенной к электроемкости при 200°С, где значение электроемкости на любой частоте еще оставалось постоянным) и потерь, полученные при нагревании. Как видно из рисунка 6, для нанокристаллического образца наблюдается явная частотная дисперсия электроемкости с возрастанием и уходом максимума в область высоких значений частоты и температуры соответственно. Выражение, описывающее связь электроемкости с частотой, представляется в виде:

$$C/C_{200} = 1,875 - 0,296 \exp(-\omega/2.25)$$
 (1)

Согласно (1) максимальное изменение этой зависимости приходится на частоту 2,25кГц. После значения $C/C_{200} = 1,77$ зависимость переходит в состояние насыщения при частотах до 10кГц с тенденцией уменьшения этого значения при частотах 50-100 кГц как показали последующие измерения.



Рис.6 Температурная зависимость относительной электроемкости (1-500Гц, 2-1кГц, 3- 2кГц, 4- 5 кГц, 5-10кГц) и потерь (6- 500Гц, 7-1кГц, 8-2кГц, 9- 5 кГц, 10- 10кГц) для нанокристаллического образца.



Рис.7 Температурная зависимость теплоемкости мультиферроика BiFeO₃: *1* – нанокристаллический (700^oC), *2* – микрокристаллический, на вставке синтезированный нанокристаллический

На рисунке 7 представлены результаты экспериментальных исследований теплоемкости Cp нано и микрокристаллического мультиферроиков BiFeO₃ в области температур 140–800 К. На вставке – теплоемкость холоднопрессованного образца из исходного нанокристаллического порошка. Как видно из рисунка, на температурной зависимости теплоемкости у всех исследованных образцов наблюдаются аномалии при температуре антиферромагнитного фазового перехода $T_{\rm N} = 643$ К. Теплоемкость нанокристаллического феррита висмута в области температур 350–570 К заметно больше, чем у микрокристаллического образца. На температурных зависимостях теплоемкости также характерные для фазового перехода аномалии с максимумами в области температуры $T \approx 750$ К для холоднопрессованного образца (вставка на рис. 7) и $T \approx 725$ К после его прокаливания при $T \approx 1000$ К. Причем максимум теплоемкости после термообработки образца существенно снижается и размывается, смещаясь в область низких температур.

Результаты первичного исследования дифференциально-термического анализа (ДТА) исходного нанопорошка не выявили наличия в нем фазы кроме BiFeO₃. Они свидетельствуют о существовании в нем связанной влаги, которая исчезает после первого прогрева. Обнаруживается аномалия соответствующая ферромагнитному фазовому переходу в области 480°С. В процессе второго и третьего этапов ДТА наблюдается зарождение центов кристаллизации фазы $Bi_2Fe_4O_9$ и переход из α - в γ - фазу соединения $Bi_{25}FeO_{39}$, что согласуется с фазовой диаграммой системы $Bi_2O_3 - Fe_2O_3$.

Магнитные свойства нанокристаллического образца зависят от размеров кристаллитов и содержания побочной фазы. На рисунке 8 приведены петли магнитного гистерезиса синтезированного нанопорошка феррита висмута и термообработанного при 600⁰C. В исходном, синтезированном нанопорошке содержится гидратированный оксид железа (маггемит (γ -Fe₂O₃)) при термообработке (600⁰C) который переходит в гематит (α -Fe₂O₃).



Рис. 8 Петли магнитного гистерезиса: а) синтезированного нанопорошка феррита висмута б) термообработанного при 600⁰C.

Изучение тепловых, электрических и магнитных свойств образцов из нано- и микропорошков обнаружили их существенное различие, которое может быть связано как с различием дисперсности частиц, так и с состоянием границ между этими частицами.

Заключение

Предложенные новые технологии получения иттриевых высокотемпературных сверхпроводников и мультиферроиков позволяют получать материалы с устоичивыми своиствами пригодные для использования как в сильноточной электротехнике, так в слаботочной электронике.

Результаты проведенного в диссертации исследования свидетельствуют, что:

- возможны технологии получения наномодифицированных иттриевых сверхпроводников с улучшенными устойчивыми механическими и электрическими свойствами в отличии от микрокристаллических материалов;
- в структурах, состоящих из микрокристаллического порошка YBa₂Cu₃O_{7-δ} и нанопорошка того же состава, наблюдается повышение критической температуры перехода *T_c* в сверхпроводящее состояние и сужение сверхпроводящего перехода при концентрации нанопорошка около 20 %, а путем добавления нанопорошка в различной концентрации появляется возможность управления критической температурой и шириной перехода в сверхпроводящее состояние.

 существует технология одноэтапного получения чистого однородного по дисперсности нанокристаллического порошка на основе феррита висмута со строгой стехиометрией, и однородности полученного материала;

 температурные и частотные зависимости диэлектрических свойств образцов, изготовленных путем холодного прессования полученного порошка, существенно отличаются от свойств микрокристаллического феррита висмута, изготовленного по обычной керамической технологии;

— результаты исследований показывают, что теплоемкость нанокристаллического феррита висмута в области температур 350–570 К заметно больше, чем у микрокристаллического образца. Избыточную теплоемкость в области температур 350–570 К можно интерпретировать как аномалию Шоттки для трехуровневых состояний. Остаточная намагниченность и коэрцитивная сила нанопорошка BiFeO₃ уменьшается по мере термической обработки.

Список цитированной литературы

- Ярославцев, А.Б. Наноматериалы: свойства и перспективные приложения [Электронный ресурс]/ Ярославцев А.Б., Иванов В.К., Федоров П.П. и др. // Издательство: Научный мир.- 2014.- режим доступа: https://www.rfbr.ru/rffi/ru/books/o_1922996#441
- Пятаков, А.П. Магнитоэлектрические материалы и мультиферроики./А.П. Пятаков, А.К. Звездин //УФН. – 2012. –Т.182, № 6. –С. 593-611.
- Хасанов, О. Л., Научные основы сухого компактирования ультрадисперсных порошков в технологии изготовления нанокерамики: дис. ...дра тех. наук: 05.17.11/ Хасанов Олег Леонидович. – Томск, 2003.-360с.
- 4. Андриевский, Р.А., Наностурктурные материалы/ Р.А. Андриевский, В.А., Рагуля– М.: Издательский центр «Академия», 2005, 192с.
- 5. Гусев, А.И. Нанокристаллические материалы: методы получения и свойства./ А.И. Гусев.- Екатеринбург: УрО РАН, 1998. -200 с
- Приходько, А.В. Коньков О.И. Модификация структуры и протекание тока в массиве углеродных однослойных нанотрубок // Физика твердого тела. 2014. Т. 56. № 7. С. 1411–1414.
- Гаджимагомедов, С.Х. Керамические материалы на основе YBa₂Cu₃O_{7- δ}, полученные из нанопорошков / С.Х. Гаджимагомедов, Д.К.Палчаев, М.Х. Рабаданов, Ж.Х. Мурлиева, Н.С. Шабанов, Н.А. Палчаев, Э.К. Мурлиев, Р.М. Эмиров // Письма в Журнал технической физики. –2016. –Т. 42. – № 1. – С. 9–16.
- Фараджева, М.П. Особенности проводимости наномодифицированных ВТСП- структур/ М.П.Фараджева, А.В. Приходько, О.И. Коньков // Научно-технические ведомости СПбПУ. Физико-математические науки. – 2018. –Т.11. – №4. – С.7-14
- Kofu, M. Zn and Ni doping effects on the low-energy spin excitations in La_{1.85}Sr_{0.15}CuO₄/ M. Kofu, H. Kimura, K. Hirota // Phys. Rev. B.– 2005. – V.72. – P.64502.

10.Ullmann, B. Aspects of substitution of magnetic ions Fe, Ni and Gd in YBCO-HTSC/ B. Ullmann, R. Wördenweber, K. Heinemann, H. C. Freyhardt // Phys. C Supercond.– 1990.– V.170.– P.71–79.

Аспирант

Фараджева М.П.