

05;12

© 1995 г.

СТРУКТУРНЫЕ И МИКРОВОЛНОВЫЕ ИССЛЕДОВАНИЯ УГЛЕРОД-ТАЛЛИЙСОДЕРЖАЩИХ КОМПОЗИТОВ И ПЛЕНКОК НА ИХ ОСНОВЕ

*Ф.Г.Анисимов, Л.З.Дапкус, А.В.Приходько, В.В.Ясунис,
Д.З.Франукевичюс*

Институт физики полупроводников АН Литвы,
232600, Вильнюс, Литва
(Поступило в Редакцию 1 сентября 1994 г.)

Проведены структурные и микроволновые исследования композитов состава C–Cu–Fe–Ni с аномалией статической проводимости при 107 K. Установлено наличие Tl и Pb на границах между гранулами Cu и Fe. Изготовлены тонкие пленки с использованием лазерного напыления в атмосфере гелия на холодные подложки. В композитах и тонких пленках на их основе обнаружены аномалии микроволновой проводимости (33.8 ГГц) при ~103 и ~97 K соответственно. Указывается на структурную схожесть между композитами и высокотемпературными сверхпроводниками на основе таллия и кластерного углерода, легированных медью.

Введение

Высокотемпературные сверхпроводники с критической температурой более 100 K сравнительно недавно дополнились таллийсодержащей фазой [1] и фуллеритами, легированными медью [2]. Ранее сообщалось о наблюдении сверхпроводящего перехода в пленках аморфного углерода, легированного медью [3]. Общим элементом данных структур является оксид меди, формирующий либо слоистую структуру, либо их кубическую симметрию [4].

Интересной особенностью композита состава C–Cu–Fe–Ni с аномалией статической проводимости при 107 K [5] явилось обнаружение в нем таллиевой компоненты вместе с мелкодисперсным углеродом и свинцом, локализованной на границе с блоками меди и железа. Результаты структурных исследований, а также микроволновые эксперименты для композита и тонких пленок на его основе представлены в данной работе.

Изготовление образцов

В экспериментах использовались композиты усредненного состава C–Cu–Fe–Ni фирмы Škoda [5], а также тонкие пленки. Установка для нанесения тонких пленок на подложку состояла из вакуумной установки ВУП-5 и твердотельного лазера АИГ ($\lambda = 532$ нм), работающего в режиме модулированной добротности с частотой 12.5 Гц и энергией в импульсе 0.08 Дж. Длительность импульса составляла 8 нс. Луч лазера, сфокусированный линзой до 1 mm^2 , падает на мишень под углом 45° . Мишень изготовлена из композита в форме диска диаметром 28.5 мм и толщиной 4 мм. Во время напыления мишень вращается вокруг оси, а также перемещается поступательно так, чтобы луч лазера двигался по поверхности по спирали от края диска к центру и обратно. Подложкой служили покровные стекла 24×24 мм, расположенные на расстоянии 26 мм от мишени параллельно ей.

Вначале из вакуумной камеры откачивался воздух до 10^{-5} Тор, затем напускался гелий. Напыление производилось при давлении 0.2 Тор гелия в течение 15–20 мин на холодную подложку. Толщина пленок ~ 0.5 мкм.

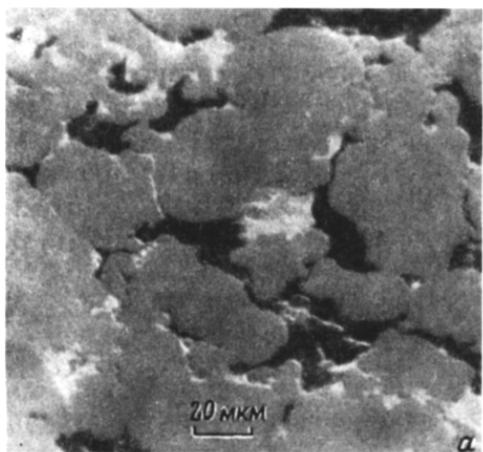
Структурные исследования

Исследования морфологии и структуры объемных образцов и пленок композита проводились на растровом электронном микроскопе (РЭМ) BS300 и просвечивающем электронном микроскопе (ПЭМ) ЭМ125. Рентгеновский микроанализ волновой дисперсии (ВДХА) проводился на РЭММА-202, а рентгенодифракционные исследования — на дифрактометре URD63, на $\text{Cu}K_\alpha$ -излучении. Тонкие пленки для ПЭВ исследований наносились на подложку из NaCl , отделялись от нее на поверхности воды и вылавливались на ЭМ сеточки.

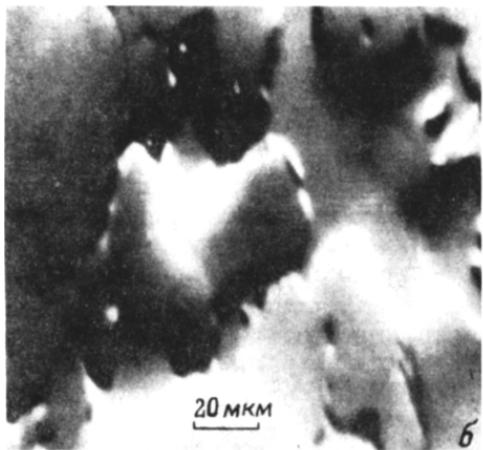
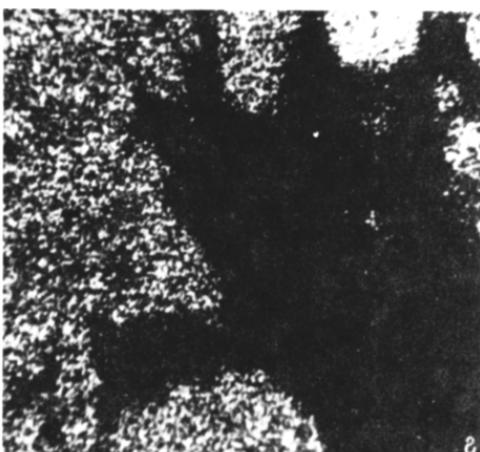
На основе рентгенодифракционных исследований установлено, что объемный композит состоит из меди, железа, окиси свинца и графита.

Данные рентгенодифракционных спектров, полученных от композита и тонкой пленки

2θ , град	Композит I , %	Пленка I , %	Элементы композита
43.25	100	12	Cu
44.60	60	3.9	Fe, Ni
50.34	44.3	4.5	Cu
64.94	18.4	1.6	Fe
74.05	18.4	1.5	Cu
82.22	18.1	—	Fe
89.83	15.4	—	Cu
95.10	4.6	—	Cu
26.45	6.9	1	C (графит)
28.59	4	—	PbO
31.83	3	—	PbO



а



б

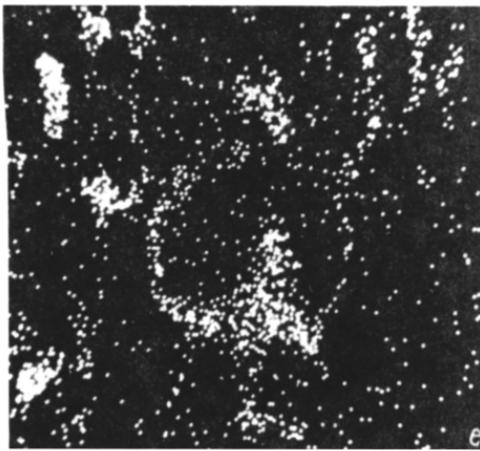
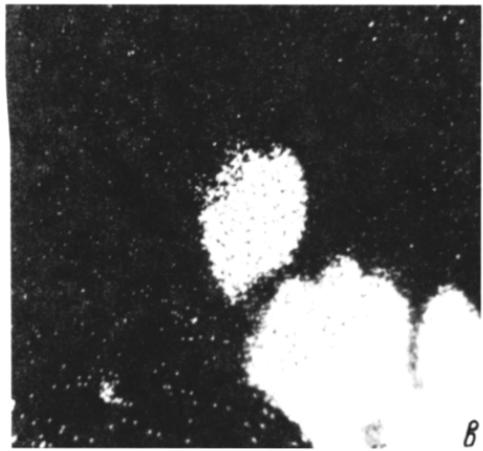
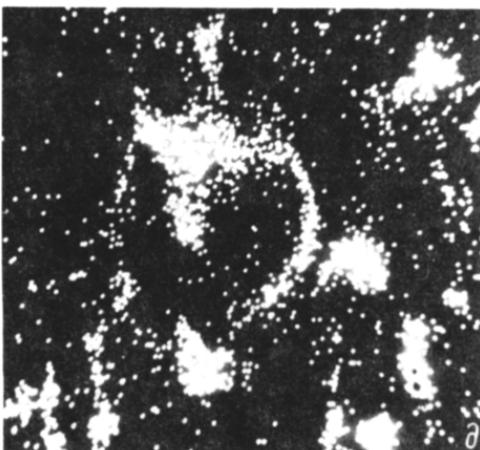


Рис. 1. РЭМ микрофотография полированного шлифа композита (а) и микроанализ участка шлифа: б — РЭМ микрофотография, в — CuK_{α} - γ , г — FeK_{α} - γ , д — PbL_{α} - γ , е — TlL_{α} -излучение.

(см. таблицу). Наиболее интенсивными дифракционными рентгеновскими линиями являются линии меди. Области когерентного рассеяния рентгеновских лучей (D) меди и графита, определенные методом аппроксимации по ширине линий, составляют 150–200 нм, а для железа и окиси свинца $D \sim 50$ –100 нм. В пленках размеры D для меди в направлении нормали к поверхности несколько меньше, чем в композите, $D \sim 100$ –150 нм, а для железа такие же — $D \sim 50$ –100 нм. Линии окиси свинца в пленках не наблюдается.

Плотность дислокаций для меди в пленке составляет 10^{10} – 10^{12} см $^{-2}$, для железа — 10^{12} – 10^{13} см $^{-2}$, микродеформации кристаллической решетки $\varepsilon = (\Delta d)/d$, где d — межплоскостное расстояние, Δd — среднее отклонение от d , незначительны, т.е. 0.6 – $1 \cdot 10^{-3}$. Однако на дифрактограммах, полученных от пленок, наблюдаются слабые линии графита (см. таблицу) и слабые следы линии, местоположение которой соответствует наиболее интенсивной линии (200) фуллерена C₆₀.

РЭМ микрофотографии поверхности полированного шлифа образца объемного композита показаны на рис. 1,а. Он состоит в основном из двух сортов крупных овальных гранул с разным компонентным составом. Между ними расположены хрупкие¹ частицы неправильной формы (на фотографии выглядят темными). Остальное пространство

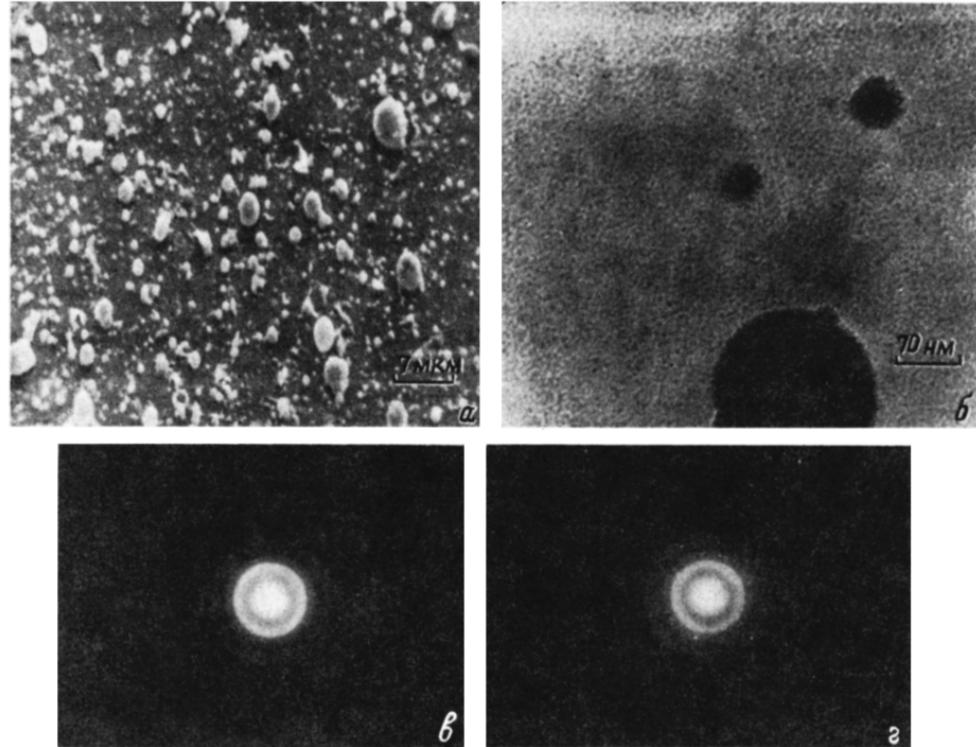


Рис. 2. РЭМ микрофотография пленки композита толщиной 0.5 мкм — (а), ПЭМ микрофотография пленки, снятой с NaCl — (б) и ее микроэлектронограмма, снятая с участка с крупными частицами — (в) и между ними — (г).

¹ Микротвердость характеризовалась по состоянию поверхности шлифа.

заполнено более мягкой фазой (на фотографии она светлее). Эта фаза наблюдается и в промежутках между гранулами, обволакивая их.

Проведенный ВДХА поверхности (рис. 1, б) показал, что имеются гранулы из меди и железа (рис. 1, в, г). Темные частицы соответствуют углероду. В фазе, заполняющей промежуточное пространство и обволакивающей гранулы, обнаружены свинец и таллий (рис. 1, д, е).

Пленки композита также имеют неоднородную структуру. РЭМ-микрофотография поверхности представлена на рис. 2, а. На мелкодисперсной сплошной пленке имеются частицы различного диаметра. Некоторые достигают в диаметре до 9 мкм. Они представляют капли испаряемого материала, выброшенные из кратера испарения. По форме частиц можно судить, что большинство из них достигло поверхности подложки уже в твердом состоянии. На рентгенодифрактограммах (см. таблицу) имеются линии меди и железа. По всей вероятности, они обусловлены дифракцией на материале частиц. На электронограммах "на отражение" видны только диффузные "гало". По-видимому, поверхность частиц окислена и четкая дифракция электронов не наблюдается.

Тонкие пленки исследованы "на просвет" в ПЭМ. На рис. 2, б-г представлены микрофотографии и микроэлектронограммы от тонких пленок, снятых с NaCl. Сплошная пленка имеет мелкодисперсную структуру. Ее микроэлектронограмма состоит из трех диффузных колец (рис. 2, в). По приблизительным оценкам межплоскостных расстояний они близки к основным расстояниям в графите.

На микроэлектронограмме с участка пленки с более крупными частицами (рис. 2, г) кроме диффузных колец дополнительно видны точечные рефлексы. Их можно проиндексировать на основе дифракционного спектра Cu₂O.

Микроволновые исследования

В основе микроволнового эксперимента использовался метод измерения критической температуры сверхпроводящего перехода по наблюдению интерференции прямой и обратной электромагнитных волн от поверхности образца [6]. Данный метод является наиболее приемлемым для исследования фазовых переходов в кластерных и сильно неоднородных по составу структурах. Схема эксперимента приведена на рис. 3. Образец устанавливался вблизи края щели и регистрировалась температурная зависимость интерференционного сигнала при помощи спектроанализатора Р2-65. Размер излучающей щели 50×5000 мкм, расстояние до рупора 10 λ, где λ — длина волны электромагнитного излучения.

Исследовали также координатные профили относительной мощности *P* электромагнитного излучения у поверхности образца по методике [7], сдвигая образец относительно щели вдоль оси *Z*, шаг сдвига составлял 0.2 мм.

На рис. 4 представлены координатные профили и температурные зависимости *P* для композита (а) и тонкой пленки (б), свидетельствующие о наличии аномалии микроволновой проводимости при ~ 103 и ~ 97 К соответственно.

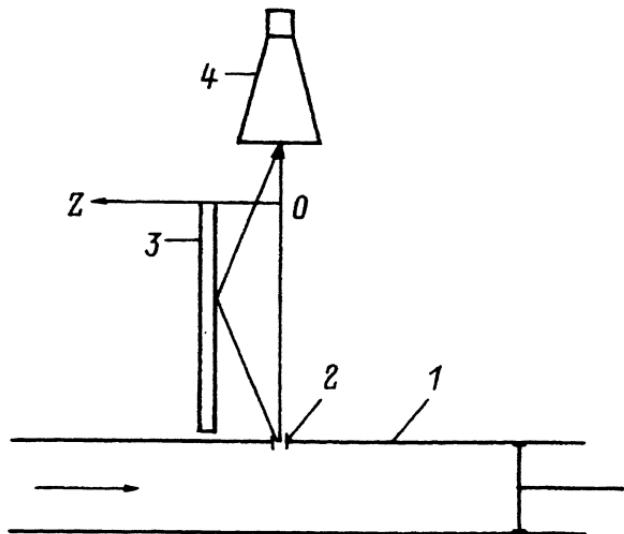


Рис. 3. Схема микроволнового эксперимента.

1 — волновод 8 мм с короткозамыкателем, 2 — щель, 3 — образец, 4 — рупор с детектором.

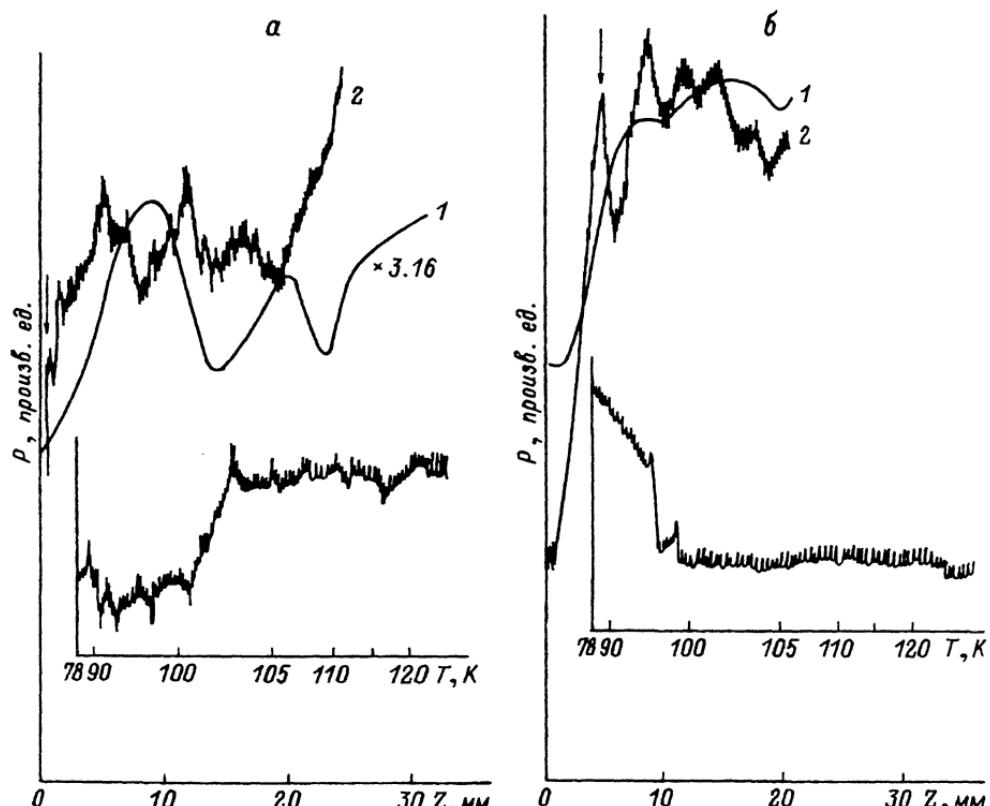


Рис. 4. Координатные профили $P(Z)$ и температурные зависимости $P(T)$ для композита — (а) и тонкой пленки — (б).

Стрелка указывает расположение образца для $P(T)$. Частота 33.8 ГГц — композит, 34.12 ГГц — пленка, $T = 300$ (1) и 78 К (2).

Выводы

В работе продемонстрировано существование в промышленно изготавляемом композиционном материале компонентов, образующих высокотемпературные сверхпроводники с рекордно высокой критической температурой. Это медьсодержащие фазы с таллием и углеродом.

Установлено, что объемный композит состоит из меди, железа, окиси свинца, графита и таллия. Причем области когерентного рассеяния меди, графита составляют 150–200 нм, железа и окиси свинца — 50–100 нм. Свинец, таллий и графит обнаружены на границах между гранулами меди и железа.

Тонкие пленки представляют мелкодисперсную среду на основе графита (также замечены следы C_{60}) с кристаллическими вкраплениями окисленной меди и железа. Свинец и таллий содержатся в исходной мишени — объемном композите и, по всей вероятности, распределены как по всей поверхности пленки, так и локализованы на границах вкраплений.

Таким образом, выявлено два структурно отличающихся объекта исследований. Это, во-первых, объемная сильно неоднородная медь — железосодержащая структура, пронизанная сеткой из таллия, свинца, углерода и окиси меди, и, во-вторых, пленка, состоящая в основном из графита с массивными вкраплениями меди и железа, на границах которых, по всей видимости, локализованы таллий, свинец и оксид меди.

В данных структурах обнаружены аномалии микроволновой проводимости при ~ 103 (композит) и ~ 97 К (пленка).

Перспективность исследований углерод-таллийсодержащих композитов, с одной стороны, определяется поиском высокотемпературных сверхпроводников на основе таллия и фуллеритов, с другой стороны, представляет уникальную возможность исследования этих компонент в одном материале.

Работа частично поддерживалась фондом Дж. Сороса.

Список литературы

- [1] Hazen R.M., Finger L.W., Angel R.J. et al. // Phys. Rev. Lett. 1988. Vol. 60. N 16. P. 1657–1660.
- [2] Masterov V.F., Prichodko A.V., Konkov O.I., Yastrebov S.G. // Book of Abstracts 185th Meeting the Electrochemical Society Inc. San Francisco (California), 1994. P. 1328.
- [3] Аверьянов В.Л., Базиева Н.Е., Мастеров В.Ф. и др. // Письма в ЖТФ. 1993. Т. 19. Вып. 12. С. 77–79.
- [4] Волков В.Е., Васильев А.Д., Ковалев Ю.Г. и др. // Письма в ЖЭТФ. 1992. Т. 55. Вып. 10. С. 591–594.
- [5] Целик В.П., Приходько А.В. // Письма в ЖТФ. 1994. Т. 20. Вып. 6. С. 43–44.
- [6] Yastrebov S.G., Kotov M.N., Prichodko A.V. et al. // Conf. Digest. Int. Conf. on MM and SubMM Waves and Applications. Proc. SPIE. San Diego (California), 1994. Vol. 2250. P. 322–323.
- [7] Целик В., Приходько А., Рагутис Р., Венгалис Б. // Письма в ЖТФ. 1993. Т. 19. Вып. 23. С. 62–64.