

Д. Л. Гурьев

ВОЗДЕЙСТВИЕ УВ И ПОСЛЕДУЮЩЕЙ ЗАКАЛКИ ПОТОКОМ ОХЛАДИТЕЛЯ НА $\text{YBa}_2\text{Cu}_3\text{O}_x$

Ударные волны (УВ) могут использоваться как для синтеза сверхпроводниковых материалов, так и для модификации их свойств [1—7]. Открытие нового класса сверхпроводниковых материалов — высокотемпературных металлокерамик — вызвало широкий интерес к изучению ударно-волнового воздействия на новые материалы. Ударное воздействие ($p = 17 \div 22$ ГПа) на смесь оксидов и карбонатов лантана, стронция и меди [8] привело к синтезу фазы со структурой типа K_2NiF_4 , однако лишь незначительная часть сохраненного продукта обладала сверхпроводящими свойствами. Последующая термообработка на воздухе (827 К, 1 ч) значительно повысила концентрацию сверхпроводящей фазы. В [9, 10] взрывное нагружение ($p \approx 4$ ГПа) впервые применено для получения композиционных сверхпроводящих слоистых материалов, содержащих каналы из орторомбической $\text{YBa}_2\text{Cu}_3\text{O}_7$ в алюминиевой и медной матрицах. Значительное увеличение критической плотности тока I_c в полученном композите [9] обусловлено эффектом пиннинга на двойниках и дефектах кристаллической структуры, генерированных фронтом УВ.

В [11] получены образцы из сверхпроводящей керамики импульсным компактированием порошка $\text{YBa}_2\text{Cu}_3\text{O}_7$. Исходный порошок содержал 14,7 % сверхпроводящей фазы с критической температурой $T_c = 88,5$ К и шириной перехода $\Delta T_c = 6$ К. После импульсного компактирования значения T_c и ΔT_c не изменились, однако количество сверхпроводящей фазы уменьшилось на 26 %. Последнее объясняется пластическим разогревом поверхности частиц при импульсном прессовании в компактный образец. Получены также сверхпроводящие образцы системы Y — Ba — Cu — O импульсным прессованием смеси окислов Y_2O_3 , CuO и BaCO_3 в соотношении 1 : 2 : 3 с последующей термообработкой на воздухе ($T_c = 91 \div 92$ К, $\Delta T_c = 5 \div 14$ К). Величина давления не приведена, однако вероятнее всего $p < 20$ ГПа.

На перспективность использования ударного сжатия для получения новых метастабильных фаз в сверхпроводящих высокотемпературных керамиках указывается в [12]. При этом предлагается использовать воздействие ударников на исследуемый образец, расположенный в медной матрице. Предлагаемое устройство на основе легкогазовой двухступенчатой пушки позволяет сохранять образцы после нагружения до $p \approx 100$ ГПа и осуществлять закалку со скоростью 10 МПа/с и 10^9 К/с.

В настоящей работе исследуется воздействие УВ амплитудой 100—150 ГПа и последующей закалки потоком охладителя на сверхпроводящие свойства орторомбической $\text{YBa}_2\text{Cu}_3\text{O}_x$. Методика закалки потоком позволяет производить разгрузку ударно-сжатого состояния вещества по существенно неадиабатическому пути. При этом сброс температуры и давления в волне разгрузки не связан изоэнтропической зависимостью. Закалка новой фазы происходит под давлением. Сохранение метастабильной фазы основано на принципе, аналогичном используемому при статическом сжатии. Первоначально сбрасывается температура, а только потом давление. Использовавшаяся ударно-волновая методика закалки потоком позволяет создавать давления до 500 ГПа и осуществлять закалку со скоростями 10^{11} К/с.

Новая методика применена для синтеза метастабильных фаз окислов Ti, Zr и Hf давлением 60 ГПа [13]. Впервые полученная методом ударного сжатия кубическая фаза HfO_2 исследовалась на рентгеновском

микроанализаторе микроскопа JCM-35-CF с целью выявления стабилизирующих примесей, так как хорошо известно, что сохранить кубическую фазу удается только при использовании добавок, например CaO или Y_2O_3 [14]. В сохраненном образце обнаружена только примесь Fe ($\sim 10^{-2}\%$), которая вошла в образец из стенки использовавшейся ампулы сохранения. Стабилизация кубической фазы, вероятно, вызвана микронапряжениями при дефектообразовании в волне разгрузки.

Интерес к сохранению метастабильной фазы после воздействия УВ вызван предполагаемой возможностью получения сверхпроводящей фазы с более высоким, чем у исходной, значением T_c , так как известно, что статическое давление приводит к росту T_c [15].

В качестве исходного материала использовался порошок орторомбической фазы $\text{YBa}_2\text{Cu}_3\text{O}_x$ с $T_c = 91$ К и $\Delta T_c = 1$ К. В опытах контролировалась скорость движения УВ в стенке рабочей ячейки с исследуемым веществом. Для вычисления давления в стенке p_1 бралась ударная адабата стали $D = 4000 + 1,58u$. Охладителем служила вода. Максимальное давление в $\text{YBa}_2\text{Cu}_3\text{O}_x$, по-видимому, близко к p_1 , точные расчеты не удается провести из-за отсутствия ударной адабаты как $\text{YBa}_2\text{Cu}_3\text{O}_x$, так и близкой по свойствам CuO [16]. Сохраненный продукт ударного сжатия подвергался рентгеноструктурному анализу на аппарате ДРОН-УМ1.

Ударное сжатие $\text{YBa}_2\text{Cu}_3\text{O}_x$ давлением $p_1 = 104$ ГПа при начальной температуре охладителя $T_0 = 291$ К привело к значительному разложению орторомбической $\text{YBa}_2\text{Cu}_3\text{O}_x$ на Y_2O_3 , Cu_2O , BaO , BaCO_3 , BaCO_3 мог образоваться только в остаточном режиме за счет взаимодействия BaO с влагой и CO_2 воздуха. Уменьшение T_0 до 268 К при $p_1 = 104$ ГПа привело к существенному улучшению условий закалки, в конечных продуктах наряду с орторомбической $\text{YBa}_2\text{Cu}_3\text{O}_x$ обнаружено около 5 % BaCO_3 . Отсутствие окислов иттрия и меди может быть связано как с низкой чувствительностью (1–3 %) методики рентгеноструктурного анализа, так и с расслоением окислов в потоке охладителя и потерей части из них. Увеличение p_1 до 159 ГПа при $T_0 = 268$ К привело к росту концентрации BaCO_3 в конечном продукте до 20–30 %, орторомбическая фаза сохранилась.

Продукты ударного сжатия прессовались в таблетку диаметром 5 мм давлением ~5 ГПа при комнатной температуре. Измерялось электросопротивление таблетки в зависимости от температуры. На середине перехода $T_c = 91$ К, $\Delta T_c = 10$ К (10–90 %). Прессование исходного порошка $\text{YBa}_2\text{Cu}_3\text{O}_x$ в тех же условиях не привело к изменению T_c и ΔT_c .

Известно, что сверхпроводимость $\text{YBa}_2\text{Cu}_3\text{O}_x$ разрушается из-за взаимодействия с водой, при этом в зависимости от условий реакции исходная фаза распадается на тетрагональную $\text{YBa}_2\text{Cu}_3\text{O}_x$, Y_2BaCuO_5 , CuO, BaCuO_2 , Y_2O , $\text{Ba}(\text{OH})_2 \cdot \text{H}_2\text{O}$, $\text{B}_3\text{Y}_4\text{O}_3$ [17, 18]. В случае взаимодействия $\text{YBa}_2\text{Cu}_3\text{O}_x$ с водой в условиях ударного сжатия образования большинства указанных выше фаз не наблюдалось. Объяснить это можно реакцией в области высоких температур и давлений в условиях быстрой закалки в волне разгрузки. Известно, что при $T = 2299$ К CuO распадается на Cu_2O и O_2 , а $\text{Ba}(\text{OH})_2$ при $T = 720 \div 920$ К переходит в BaO . По своему действию на T_c ударная волна аналогична облучению электронами, протонами [19] или нейtronами [20] определенными дозами, когда T_c остается постоянна, орторомбическая структура сохраняется, а ΔT_c растет.

Суммируя изложенное, можно сделать следующие выводы. Ударное сжатие до $p \approx 100$ ГПа и последующая закалка потоком охладителя не приводят к значительной деградации сверхпроводящей орторомбической фазы $\text{YBa}_2\text{Cu}_3\text{O}_x$. Взаимодействие орторомбической $\text{YBa}_2\text{Cu}_3\text{O}_x$ с водой при ударном сжатии ведет к образованию BaO , Cu_2O , Y_2O_3 , что свидетельствует о протекании реакции в области высоких температур и давлений (10–20 ГПа) в волне разгрузки. Ударно-волновая методика закалки потоком охладителя может быть использована для поиска новых метастабильных структур в сверхпроводящей керамике.

В заключение автор выражает благодарность О. Е. Омельяновскому за предоставление исходных образцов и проведение измерений электропроводности, а также Л. И. Копаневой и В. В. Гаврюшину за рентгеноструктурный и элементный анализ образцов.

ЛИТЕРАТУРА

1. Otto G., Reece O., Roy V. Appl. Phys. Lett., 1971, **18**, 40, 418.
2. Барский И. М., Диковский В. Я., Матвицин А. И. ФГВ, 1972, **8**, 4, 578.
3. Паш В. М., Алексеевский В. П., Попов А. Г. и др. Письма ЖЭТФ, 1975, **21**, 8, 494.
4. Dew-Hughes D., Linse V. D. J. Appl. Phys., 1979, **50**, 5, 3500.
5. Olinger B., Newkirk L. R. Solid State Com., 1981, **37**, 8, 613.
6. Ohshima S., Wakiyama T., Goto T. et al. Jap. J. Appl. Phys., 1983, **22**, 2, 264.
7. Метревели А. А., Бреусов О. П., Беликов А. Ф. и др. // Детонация и ударные волны.— Черноголовка, 1986.
8. Graham R. A., Venturini E. L., Morosin B. et al. Phys. Lett., 1987, **A123**, 2, 87.
9. Murr L. E., Monson T., Javadpour J. et al. J. Met., 1988, **40**, 1, 19.
10. Murr L. E., Hare A. W., Eror N. G. Nature, 1987, **329**, 6137, 37.
11. Дерибас А. А., Матизен Э. В., Несторенко В. Ф. Изв. СО АН СССР. Сер. хим., 1988, **5**, 84.
12. Nellis W. J. Scr. Met., 1988, **22**, 2, 121.
13. Гурьев Д. Л., Копанева Л. И., Бацанов С. С. ФГВ, 1987, **23**, 2, 137.
14. Келлер Э. К. Диоксид гафния и его соединения с окислами РЗМ.— Л.: Наука, 1984.
15. Берман И. В., Брандт Н. Б., Грабой И. Э. и др. Письма ЖЭТФ, 1988, **47**, 12, 634.
16. Van Thiel M. Compendium of Shock Wave Data. Sec. A — E, LLNL, 1977.
17. Kazuo S. et al. J. Ceram. Soc. Jap., 1988, **96**, 4, 421.
18. Superconductors hit a watery problem. New Sci., 1987, **115**, 43, 1575.
19. Maisch W. G. et al. IEEE Trans. Nucl. Sci., 1987, **34**, 6, 1, 1782.
20. Kozo A. et al. J. Ceram. Soc. Jap., 1988, **96**, 4, 360.

н. Менделеево

Поступила в редакцию 27/VII 1988,
после доработки — 12/VI 1989