直流磁控溅射一步法原位制备 MgB₂ 超导薄膜*

马平 刘乐园 张升原 王昕 谢飞翔 邓 鹏 聂瑞娟 王守证 戴远东 王福仁

(人工微结构和介观物理国家重点实验室,北京大学物理系,北京 100871)

(2001 年 7 月 20 日收到 2001 年 8 月 9 日收到修改稿)

用 MgB₂ 靶,控制直流磁控溅射工作在异常辉光放电或弧光放电状态,在 SrTiO₃ 衬底上原位一次性得到了 MgB₂ 超导薄膜,其起始转变温度为 32K,零电阻温度为 15K.

关键词:高温超导体,超导薄膜,磁控溅射,二硼化镁 PACC:7470V,7475,8115C

1 引 言

具有较高性价比的二元金属间化合物 MgB₂ 材 料的超导电性^[12]被发现后,立即受到了研究者们的 广泛重视.先后研究了它的各种超导特性^[34],从确 定其为空穴型超导体^[5]、用 B 的同位素效应验证其 超导机制也是在经典的 BCS 理论框架之中^[6],到更 进一步测定其临界磁场^[7]、研究其结构对超导电性 的影响^[8]以及元素替代的可能效果^[9,10]等等.但由 于 Mg 和 B 的单质及其二元化合物本身的特性,使 得人们目前还难以获得高质量、较为理想的 MgB₂ 单晶或多晶块材,这给深入进行 MgB₂ 材料的超导 电性的研究带来了困难.因此,做出高质量的 MgB₂ 外延薄膜就显得非常必要.

另外,在超导电子学器件方面的巨大的潜在应用价值,如制备基于 Josephson 结和异质结的器件等,也需要 MgB₂ 的高质量的薄膜,特别是外延薄膜.

在 MgB₂ 薄膜的制备方面, Kang 等⁵¹最早在 SrTiO₃(STO)和 Al₂O₃ 衬底上分别做出了 *T*_e 达 39K、 具有(101)和(001)取向的 MgB₂ 薄膜 随后又有在包 括 Sf^{11,121}, STO^{5,13—15}], Al₂O₃^[5,11,14,17,18], LaAlO₃^[14], SiC^{16]}, MgO^{16,18]}等在内的多种衬底上做出了 *T*_e 在 11—39K 之间的 MgB₂ 薄膜的报道.这些工作中,除 了文献 17 误用电子束蒸镀的方法外,其余全是用 激光蒸镀的方法来制备薄膜的,而且都需要经过异位或原位在高温和富 Mg的气氛中进行后处理后, 才能得到具有零电阻 T。的 MgB2 薄膜.

由于二次处理对环境气氛要求较严格,使得薄膜的制备显得相当不容易.另外,激光蒸镀时,由于喷溅效应,膜表面都会有较多的大尺寸颗粒而变得 粗糙,对于制作器件等应用也不利.

从应用需要的角度来说,像制备 Josephson 结和 多层结构等方面的应用,及各种基础研究的需要,都 希望能在原位一次性得到具有很好结构和取向的外 延薄膜.为此,本工作用直流磁控溅射的方法在 STO 衬底上制备出了结晶的 MgB₂ 超导薄膜.

2 实验方法

将 99.9%的 Mg 粉与 99.9999%的 B 粉按 MgB₂ 化学计量比混合均匀后,用 30MPa 压力成型,再用 Mo 片包上,封在不锈钢容器中,将容器抽真空至 1Pa 后置于箱式炉中,升温至 750℃烧 3h 后,得到 40mm×4mm 的 MgB₂ 平面靶.该靶室温电阻小于 1Ω,用 X 射线检验(见图 1),表明其中主要成分为 MgB₂,含有少量 MgO.

直流磁控溅射装置为上靶式.溅射气体为高纯 Ar 气,气压 50Pa.工作时,溅射电压和电流分别在 50—200V和0.5—2A之间.

衬底基片为 10mm × 5mm × 1mm 的 STO(100). 衬底温度为 450℃,沉积速率为 50nm/min.

^{*}国家高技术研究发展计划:批准号 863-CD050101)和国家重点基础研究(973) 专项经费(批准号:G1999064609,G1999064607) 资助的课题.



图 1 用 M_g 粉和 B 粉合成的 M_gB_2 靶材和 STO(100)衬底上制备的 M_gB_2 薄膜的 X 射线衍射图谱

得到的薄膜用 X 射线检测,并用标准四引线法测量 *R-T* 曲线.

3 结果与讨论

从人们试图制备 MgB₂ 薄膜一开始就遇到了一 个难题,就是 Mg 在较低温度下的饱和蒸气压很高, 并随温度升高而迅速增大,如 430℃时为 1.3Pa, 507℃时为 13.3Pa.而通常的镀膜环境(如电子束蒸 发、激光蒸镀、磁控溅射等)都是真空,很难维持 Mg 的分压达到此数值.这就意味着在做膜过程中 Mg 极易损失掉^[19].

同时,有研究表明²⁰¹,MgB₂在真空中从 425℃ 开始就会有较明显的分解,此时,Mg的蒸气压比 B 的要高两个数量级之多.这对真空条件下制备 MgB₂ 薄膜更是不利.

为防止 Mg 的损失,人们在用激光和电子束蒸 镀 MgB₂ 薄膜时,从 MgB₂ 靶材开始就有目的地使 Mg 在其中多一些^[5,11-18],以此来抵消它在制膜过程中 的迅速损失而避免造成薄膜中的 Mg 不足,并且,还 继之以在高 Mg 分压的气氛中进行高温退火处理, 给薄膜补充 Mg,以保证得到具有严格化学计量比的 MgB₂ 薄膜.

与之相似,用磁控溅射法来制备 MgB₂ 薄膜时, 也同样会面临 Mg 的损失问题.为防止沉积到衬底 上的薄膜中 Mg 含量不足,我们利用增大溅射电流 以提高溅射产率、加大落到衬底上的沉积物的单位 时间内的通量的办法,使从 M_{gB_2} 靶子上溅射出来的 M_{g} 在极短的时间内能够迅速到达衬底,降低 M_{g} 的损失率,从而保证在衬底上有足够的 M_{g} 与 B,能 满足形成 M_{gB_2} 所要求的化学计量比.

为达到此目的,根据真空中阴阳极间辉光放电 的伏安特性曲线,在溅射时选择在异常辉光放电区 或弧光放电区工作.此时,溅射产率比在正常辉光放 电区工作要大.

对于得到的薄膜进行了 X 射线检测,结果如图 1 所示.从中可以看到 除了衬底峰外,还有 MgB₂ 的 (101)峰出现,表明得到的薄膜是结晶的 MgB₂ 薄膜. 该结果与文献 5,13—15 中在 STO 上用后处理法得 到的 MgB₂ 薄膜的结果一致.

图 2 是一个样品在零场下的 *R-T* 曲线.从中可见,零电阻温度(*T_e*)约为 15K.



图 2 STO(100) 衬底上制备的 MgB2 薄膜电阻-温度曲线

从以上结果可以认为,通过提高 MgB₂ 的溅射 速率从而增大对衬底上沉积薄膜所需原料的供给 量 缩短溅射产物到达衬底的时间,可以有效避免 Mg的流失,相应在衬底上可以一次性就得到 MgB₂ 的超导薄膜.这比通过二次处理的办法得到 MgB₂ 超导薄膜也要方便得多.

另外,从图 2 中可以发现,样品的超导起始转变 温度约为 33K,转变宽度约为 18K.这与文献中用后 处理法得到的薄膜相比,明显要宽得多.对此问题, 我们分析,是由于膜中有氧化物的原因.从图 1 中靶 材的 X 射线结果中可以看到,其中含有少量的 MgO 这部分 MgO 经过溅射必然会落到衬底上,并与 MgB₂ 一起形成薄膜,与 MgB₂ 共存在衬底上,并影响 到 MgB₂ 薄膜的超导性能. 有关此薄膜的结构分析, 我们将在另外的文章中报道.

4 结 论

通过将溅射过程控制在异常辉光放电或弧光放 电的工作状态,提高溅射产率,进而加大落到衬底上 的沉积物在单位时间内的通量,并缩短了溅射物从 MgB₂ 靶子到衬底所需的时间,可以有效控制住 Mg 在溅射制膜过程中的损失,从而在原位一次就得到 具有超导特性、且具有单一取向的 MgB₂ 薄膜.薄膜 的零电阻 *T*_c 达 15K.为进一步研制器件提供了有利 条件.

- Nagamatsu J ,Nakagawa N ,Muranaka T ,Zenitani Y and Akimitsu J 2001 Nature 410 63
- [2] Larbalestier D C ,Cooley L D ,Rikel M O et al 2001 Nature 410 186
- [3] Tan M Q ,Tao X M 2001 Acta Phys. Sin. 50 1193(in Chinese] 谭 明秋、陶向明 2001 物理学报 50 1193]
- [4] Yang H S, Yu M, Li S Y, Li P C, Chai Y S, Zhang L, Chen X H, Cao L Z 2001 Acta Physica Sinica 50 1197(in Chinese)[杨宏顺、余 旻、李世燕、李鹏程、柴一晟、章良、陈先辉、曹烈兆 2001 物理 学报 50 1197]
- [5] Kang W N ,Kim H J ,Choi E M ,Jung C U ,Lee S I 2001 cond-mat/ 0103179
- [6] Bud 'ko S L ,Lapertot G ,Petrovic C ,Cunningham C E ,Anderson N and Canfield P C 2001 Phys. Rev. Lett. 86 1877
- [7] De Llima O F ,Ribieiro R A ,Avila M A ,Cardoso C A and Coelho A A 2001 cond-mat/0103287

- [8] Hirsch J E 2001 cond-mat/0102115
- [9] Neaton J B and Penali A 2001 cond-mat/0104098
- [10] Zhang S Y ,Zhang J ,Zhao T Y ,Rong C B ,Shen B G ,Cheng Z H 2001 Chinese Physics 10 335
- [11] Brinkma A , Mijatovic D , Rijnders G et al 2001 cond-mat/0103198
- [12] Zhai H Y , Christen H M , Zhang L et al 2001 cond-mat/0103588
- [13] Eom C B ,Lee M K ,Choi J H et al 2001 cond-mat/0103425
- [14] Christen H M Zhai H Y ,Cantoni C et al 2001 cond-mat/0103478
- [15] Shinde S R , Ogale S B , Greene R L et al 2001 cond-mat/0103542
- [16] Blank D H A ,Hilgennkamp H ,Brikman A et al 2001 cond-mat/ 0103543
- [17] Paranthaman M , Cantoni C Zhai H Y et al 2001 cond-mat/0103569
- [18] Grassano G, Ramadan W, Ferrando V et al 2001 cond-mat/0103572
- [19] Liu Z K Schlom D G JLi Q and Xi X X 2001 cond-mat/0103335
- [20] Fan Z Y ,Hinks D G ,Newman N et al 2001 cond-mat/0103435

Single-step in-situ preparation of magnesium diboride superconducting thin films by dc magnetron sputtering^{*}

Ma Ping Liu Le-Yuan Zhang Sheng-Yuan Wang Xin Xie Fei-Xiang Deng Peng

Nie Rui-Juan Wang Shou-Zheng Dai Yuan-Dong Wang Fu-Ren

(Mesoscopic Physics National Laboratory and Department of Physics ,Peking University ,Beijing 100871 ,China)
(Received 20 July 2001 ; revised manuscript received 9 August 2001)

Abstract

In a single-step *in-situ* procedure the superconducting $MgB_2(101)$ highly oriented thin films have been successfully grown on the $SrTiO_3(100)$ substrates by using the synthesised MgB_2 target and controlling the magetron sputtering working at the state of abnormal glow discharge or arc discharge. The fillms have a zero resistance transition temperature of 15K and an onset transition temperature of 33K.

Keywords : high-temperature superconductor , superconducting thin films , magnetron sputtering , MgB_2 PACC : 7470V , 7475 , 8115C 409

^{*} Project supported by the National High Technology Development Program of China(Grant No. CD050101) and the State Key Development for Basic Research of China (Grant Nos. G1999064609, G1999064607).