# FeTe 合金结构分析及其薄膜制备

张鲁山 于洪飞 郭永权†

(华北电力大学能源动力与机械工程学院,北京 102206)

(2011年3月18日收到;2011年4月20日收到修改稿)

利用固态反应法制备了名义成分为 FeTe 的合金, 采用 X 射线粉末衍射技术和 Rietveld 全谱拟合分析方法测 定了其相组成和晶体结构. 研究表明, 主相为 Fe<sub>1.08</sub>Te, 空间群为 *P*4/*nmm*, 点阵参数 *a* = 3.8214(3) Å, *c* = 6.2875(3) Å, *Z* = 2, Fe 原子占据 2*a* 和 2*c* 晶位, Te 原子占据 2*c* 晶位. 利用脉冲激光沉积技术制备的 FeTe 薄膜超导转变起始温 度为 13.2 K, 零电阻温度为 9.8 K.

关键词: FeTe, Rietveld 结构精修, 超导薄膜

PACS: 61.05.cp, 73.61.At, 74.78.-w

#### 1引言

从 2006 年 Hosono 等 <sup>[1]</sup> 发现 LaOFeP 的超导 电性至今, 铁基超导体体系的研究已经发展成 F 掺 杂 *R*OFeAs(1111 相, *R* = La, Ce, Pr, Nd, Sm, Gd 等), *A*Fe<sub>2</sub>As<sub>2</sub>(122 相, *A* = Ca, Sr, Ba), Li<sub>1-x</sub>FeAs(111 相), FeSe(11 相)4 个体系, 并成为目前超导领域研究热  $L^{[2]}$ .

FeSe 体系由于结构最为简单, 为共边四面体 沿 c 轴方向叠加, 且不含 As 元素, 故成为研究者 探索 Fe 基超导体机理的理想材料. 吴茂琨等 <sup>[3]</sup> 率先发现四方相 FeSe<sub>1-x</sub> 在 8 K 时超导, 随后, Mizuguchi 等 <sup>[4]</sup> 利用高压的方法把 FeSe<sub>1-x</sub> (x =0.08) 起始超导转变温度提高到 27 K. Subedi 等 <sup>[5]</sup> 对 FeSe, FeS 和 FeTe 三种物质进行了密度泛函 计算, 结果表明 FeTe 具有更强的自旋涨落, 预测 掺杂后的 FeTe 具有高于 FeSe 的超导转变温度. 而后 Fang 等 <sup>[6]</sup> 制备得到了 Fe(Se<sub>1-x</sub>Te<sub>x</sub>)<sub>0.82</sub> 多 晶样品, 在常压下很宽的掺杂范围内都具有超导 转变. 另外, 吴茂琨等 <sup>[7]</sup> 和 Mizuguchi 等 <sup>[8]</sup> 都实 现了 Te 位置的 S 取代, 得到了具有超导转变 的 FeTe<sub>1-x</sub>S<sub>x</sub>(x = 0.5, 0.2). 之后 Mizuguchi 等 <sup>[9]</sup> 又 尝试用 Co 和 Ni 部分替代 Fe, 结果超导转变被严重抑制. 得益于 FeSe 在高压下  $T_c$  显著提高的启示, 针对 FeTe 的高压实验纷纷进行, 但未发现超导电 性  $^{[10,11]}$ .

铁基超导体的发现为研究超导机理提供了一 个全新的平台.但是对其基本的物性目前还存在很 多争议,原因在于多数研究工作采用的是多晶块材, 只有少量工作采用了铁基单晶材料<sup>[12]</sup>.薄膜作为 一种重要的物质存在状态,由于其特有的二维特征, 产生了诸如维度尺度效应、量子限制效应和表面 界面效应等特点,不仅具有重要科研价值,在电子 学和微波器件等方面也具有重要应用价值.因此有 必要制备高质量薄膜来研究铁基超导体的物性.在 铁基超导薄膜制备时,由于较难控制元素配比和多 种热力学相之间的竞争,目前只在11 相体系内获 得了单相、外延、超导的薄膜<sup>[13]</sup>.

用 Te 部分替代 Se 或者高压可以提高超导转变 温度到 15.2 和 37 K,薄膜状态下的应力使 FeTe 发 生超导转变,这充分表明 FeSe 系化合物的超导性 质对结构和载流子变化非常敏感.本文应用 Rietveld 方法确定 FeTe 合金的晶体结构,测定其电阻 率 - 温度曲线,使用脉冲激光沉积法制备 FeTe 超导

<sup>†</sup> E-mail: yqguo100@yahoo.com.cn

<sup>© 2012</sup> 中国物理学会 Chinese Physical Society

薄膜并测定其超导转变温度和磁性能.

## 2 实验

#### 2.1 FeTe 合金制备

实验首先利用固态反应法制备名义成分 为 FeTe 的合金. 起始原料为高纯 Fe 粉和 Te 块, 将后两者磨碎后称量配料, 混合均匀后压成直径 为 13 mm, 厚度约为 5 mm 的小片, 真空封装在石 英管内 (真空度约 10<sup>-3</sup> Pa) 置于电炉内 700 °C 烧 结 24 h 后随炉冷却, 之后将小片研磨粉碎后重新压 片封管烧结, 降温时在 380 °C 保温 12 h 后自然冷 却.

#### 2.2 FeTe 薄膜制备

实验采用的 XeCl 激光器工作时锁定输出功 率为 200 mJ, 脉冲频率为 4 Hz, 激光经过两面玻璃 镜片反射后经凸透镜汇聚到 FeTe 合金靶材上. 腔 室工作真空度约为 5×10<sup>-4</sup> Pa, 沉积温度为 500— 580 °C. 基片选用 (001) 取向 SrTiO<sub>3</sub>(STO), 经酒精 超声清洗后利用金属压条固定在开孔的不锈钢基 片台上. 沉积完成后充入 0.8×10<sup>5</sup> Pa 的高纯氩气, 降温至 290 °C 保温 40 min 之后自然冷却至室温.

#### 2.3 晶体结构分析

将烧结完成的 FeTe 合金研磨成粉、FeTe 薄 膜不经处理分别进行 X 射线衍射分析.采用日本 理学 X 射线衍射仪, Cu 靶, 扫描范围: 20 为 10° 到 120°; 管电压 40 kV,管电流 200 mA;步进扫描 步长为 0.02°,每步停留 1 s.用 TREOR 程序将结果 指标化后使用 Rietveld 峰形拟合修正的方法进行 结构精修.

#### 2.4 电磁测量

使用标准四点法测量了 FeTe 靶材和薄膜 的电阻率 - 温度 (ρ-T) 曲线,使用超导量子磁强 计 (SQUID) 在 1 T 外加磁场下测量 FeTe 靶材的 磁热 (*M*-T) 曲线,在垂直薄膜施加 500 Oe (1 Oe = 79.5775 A/m) 的外磁场条件下测量薄膜的磁热 曲线.

# 3 结果和讨论

### 3.1 FeTe 合金

#### 3.1.1 晶体结构和相分析

Rietveld 结构精修是利用计算机程序将实验测 量数据与理论计算值进行逐点比较拟合, 通过不 断调整背底参数、峰形参数、点阵参数、织构参 数、结构参数、原子位置和温度因子等参数最终 达到计算值与实验值相符. 一般拟合过程采用最小 二乘法, 使残差值 S 达到最小值.

$$S = \sum_{i} w_i [y_i^{\text{obs}} - y_i^{\text{cal}}]^2, \qquad (1)$$

### 其中 w<sub>i</sub> 为权重因子.

采用 Voigt 函数作为峰形函数,

$$G_{i,k} = \frac{1}{\sqrt{\pi}\beta_{g}} \operatorname{Re}\left\{\Omega\left[0, \frac{\beta_{c}^{2}}{\beta_{g}^{2}\pi}\right]\right\}$$
$$\operatorname{Re}\left\{\Omega\left[\frac{\sqrt{\pi}}{\beta_{g}}|2\Theta_{i} - 2\Theta_{k}|, \frac{\beta_{c}^{2}}{\beta_{g}^{2}\pi}\right]\right\}, \quad (2)$$

其中  $G_{i,k}$  为衍射谱中第 k 个衍射峰上第 i 点处的 强度;  $\beta_c$  和  $\beta_g$  为 Voigt 函数中洛伦兹组分和高斯 组分的积分宽度;  $\Omega$  为复合误差函数; Re 为函数中 的实数部分 <sup>[14]</sup>.



图 1 FeTe 靶材 Rietveld 精修结果

图 1 是烧结完成后 FeTe 合金的 Rietveld 精修 图谱,图中竖线分别代表两相衍射峰位,十字叉号 代表实验的测量数据,实线为精修拟合结果,底部 曲线代表两者之间的差值.精修的可信度因子分 别为剩余因子  $R_{\rm p}$  = 14.2%,加权剩余因子  $R_{\rm wp}$  = 18.7%. Rietveld 精修结果表明, 样品主相为 Fe<sub>1.08</sub>Te, 含有少量的 FeTe<sub>2</sub>相. Fe<sub>1.08</sub>Te 每个晶胞中有 2 个 结构单元, 即 *Z* = 2. 在一个晶胞中, Fe 有 两种不 同的晶体占位, 分别为 2*a*(100%占有率) 和 2*c* 晶 位 (仅 8%占有率), Te 占据 2*c* 晶位. 表 1 列出了样 品具体的 Rietveld 精修的结构参数、原子占位、*R* 因子等数据.

Fe <sub>1.08</sub> Te 的晶体结构参数	
空间群	P4/nmm
晶胞参数/Å	a = 3.8214(3)
	c = 6.2875(3)
晶胞体积/Å <sup>3</sup>	91.8170
密度 (计算值)/g·cm <sup>-3</sup>	8.0926
Ζ	2
R 因子	$R_{\rm B} = 14.24\%$
	$R_{\rm F}=8.61\%$
${ m Fe}(2a)$	(0.750, 0.250, 0.000)
$\operatorname{Fe}(2c)$	(0.250, 0.250, 0.704)
${ m Te}(2c)$	(0.250, 0.250, 0.280)

根据精修结果,使用 Crystal Maker 软件绘制得 到的 Fe<sub>1.08</sub>Te 晶体结构如图 2 所示.



图 2 Fe1.08 Te 晶体结构 (Fe2 位置占有率为 8%)

#### 3.1.2 超导转变

FeTe 合金的电阻率 - 温度曲线如图 3 所示,降 温至 2 K 未发现超导转变.图 4 所示磁热曲线也证 实 FeTe 靶材无超导转变现象发生.



图 4 FeTe 合金 M-T 曲线

#### 3.2 FeTe 薄膜

图 5 所示为单相、外延 FeTe 薄膜的 X 射线衍 射谱. 电阻率 - 温度测量表明其超导起始转变温度 为 13.2 K, 零电阻温度为 9.3 K, 如图 6. 超导转变现



象的发生可能与薄膜特有的二维特性以及薄膜与 基片晶格失配带来的应力影响有关.



图 6 FeTe 薄膜 p-T 曲线 内插图为超导转变附近放大图

4 结 论

FeTe 合金结构分析和薄膜制备实验显示:

1) 按照 1 Y: Y 1 比例混合, 经真空烧结得
 到 FeTe 靶材主相为 Fe<sub>1.08</sub>Te, 含有少量的 FeTe<sub>2</sub>
 相, 主相空间群为 P4/nmm, Z = 2, 点阵常数 a =3
 .8214(3)Å, c = 6.2875(3)Å, Fe 原子占据 2a 和 2c 晶
 位, Te 原子占据 2c 晶位;

2) FeTe 合金在块材状态下无超导转变;

3) 使用上述靶材利用脉冲激光沉积技术可 以制备得到单相、外延的 FeTe 薄膜. 该薄膜具 有超导转变, 起始转变温度和零电阻温度分别 为 13.2 和 9.3 K.

- Kamihara Y, Hiramatsu H, Hirano M, Kawamura R, Yanagi H, Kamiya T, Hosono H 2006 J. Am. Chem. Soc. 128 10012
- [2] Ishida K, Nakai Y, Hosono H 2009 J. Phys. Soc. Jpn. 78 062001
- [3] Hsu F C, Luo J Y, Yeh K W, Chen T K, Huang T W, Wu P M, Lee Y C, Huang Y L, Chu Y Y, Yan D C, Wu M K 2008 Proc. Natl. Acad. Sci. U. S. A. 105 1422
- [4] Mizuguchi Y, Tomioka F, Tsuda S, Yamaguchi T, Takano Y 2008 Appl. Phys. Lett. 93 152505
- [5] Subedi A, Zhang L, Singh D J, Du M H 2008 Phys. Rev. B 78 134514
- [6] Fang M H, Pham H M, Qian B, Liu T J, Vehstedt E K, Liu Y, Spinu
   L, Mao Z Q 2008 *Phys. Rev.* B 78 224503
- Yeh K W, Huang T W, Huang Y L, Chen T K, Hsu F C, Wu P M, Lee Y C, Chu Y Y, Chen C L, Luo J Y, Yan D C, Wu M K 2008 *Europhys. Lett.* 84 37002

- [8] Mizuguchi Y, Tomioka F, Tsuda S, Yamaguchi T, Takano Y 2009 Appl. Phys. Lett. 94 012503
- [9] Mizuguchi Y, Tomioka F, Tsuda S, Yamaguchi T, Takano Y 2009 Physica C 469 1027
- [10] Okada H, Takahashi H, MIzuguchi Y, Takano Y 2009 J. Phys. Soc. Jpn. 78 083709
- [11] Patel U, Hua J, Yu S H, Avci S, Xiao Z L, Claus H, Schlueter J, Vlasko-Vlasov V V, Welp U, Kwok W K 2009 *Appl. Phys. Lett.* 94 082508
- [12] Han Y, Li W Y, Cao L X, Zhang S, Xu B, Zhao B R 2009 J. Phys. Condes. Matter 21 235702
- [13] Yu H F, Zhang L S, Wu X H, Guo Y Q 2011 Acta Phys. Sin. 60 107306 (in Chinese) [于洪飞, 张鲁山, 吴小会, 郭永权 2010 物 理学报 60 107306]

# Structural analysis of FeTe alloy and its superconducting film preparation

Zhang Lu-Shan Yu Hong-Fei Guo Yong-Quan<sup>†</sup>

 $(School \ of \ Energy \ Power \ and \ Mechanical \ Engineering, \ North \ China \ Electric \ Power \ University, \ Beijing \ 102206, \ China \ )$ 

(Received 18 March 2011; revised manuscript received 20 April 2011)

#### Abstract

The vacuum sintered alloy with nominal composition of FeTe was analyzed using powder X-ray diffraction and refined with Rietveld method. It is shown that FeTe alloy crystallizes a tetragonal structure with space group of P/4nmm and its lattice constant is a = 3.8214(3)Å, c = 6.2875(3)Å, Z = 2. Fe at 2a and 2c positions and Te at 2c positions. FeTe films prepared by pulsed laser deposition showed superconducting transition with starting transition temperature  $T_{c,onset}$  of 13.2 K and  $T_{c,0}$  of 9.8 K.

**Keywords:** FeTe, Rietveld refinement, superconducting films **PACS:** 61.05.cp, 73.61.At, 74.78.–w

<sup>†</sup> E-mail: yqguo100@yahoo.com.cn