# MnFeP<sub>0.45</sub>As<sub>0.55</sub>材料中的相变研究\*

#### 朱志永 王文全 苗元华 王岩松

(吉林大学物理学院,长春 130023)

#### 陈丽婕 代学芳 刘国栋 陈京兰 吴光恒\*

(中国科学院物理研究所北京凝聚态物理国家实验室,北京 100080) (2005年3月28日收到2005年3月29日收到修改稿)

利用不同的测量方法,研究了 MnFeP<sub>1-x</sub>As<sub>x</sub>(0.32 < x < 0.66) 材料巡游电子变磁性转变附近一级相变与其他物 理性质变化的关系.可以发现 材料的一级相变是一个温度滞后为 10K,但持续发生在至少 66K 的一个很大的温度 区间的结构相变.磁性相变与一级相变的温度点并不对应.晶格突变与居里温度和一级相变温度点并不一一对应, 属于磁致伸缩的机制,来源于磁弹性耦合.实验指出,顺磁-铁磁转变是在一级相变的过程中,由于晶格的连续变 化,导致了 *a-b* 面内最近邻 Fe-Fe 原子间的距离增大,而非观察到的晶格突变所引起.

关键词:MnFePAs,磁致伸缩,巡游电子变磁性,一级磁相变 PACC:7580,7530K,6470K

### 1.引 言

 $MnFeP_{1-x}As_x$  化合物是 MM 'X( M ,M '= 3d 或 者 4d 金属元素 ; X = P , As )系列化合物家族中的一 员.近年来 在 MnFeP1-, As, 化合物中观察到了可以 同 Gd<sub>4</sub>Ge<sub>2</sub>Si<sub>2</sub>和 LaFeSi 系列相比拟的磁热效应<sup>[12]</sup>和 大约 70% 的磁致电阻效应<sup>[3]</sup>. 当成分为 0.20 < x < x0.66 时,化合物为六角晶系 Fe,P 型结构,空间群 P-62m.前人系统的研究表明,当0.32 < x < 0.66 时 随 温度的升高 在居里温度附近发生一个一级相变和 从铁磁相到顺磁相的磁相变<sup>[4]</sup>.同时,细致的 x 射线 衍射(XRD)测量发现,在相变附近出现一个明显的 晶格突变,不同研究组都认为,铁磁状态到顺磁状态 的转变与晶格突变是同时发生的<sup>[4]</sup>. Tegus 等人<sup>[5]</sup>在 掺 Si 化合物 MnFeP<sub>0.5</sub> As<sub>0.4</sub> Si<sub>0.1</sub> 中观察到磁性转变温 度 T<sub>c</sub>和电阻的温度关系中出现曲线转折的温度点 是不一致的, 固守着晶格突变和磁相变以及电阻突 变都发生在同一个温度的想法,他们将这一差别归 因于不同测量样品间的成份差异,本文工作采用在 同一块 MnFeP045 As055样品上进行的电阻、磁性和应 变的测量的方法,排除了样品间成分差异的可能性. 三种测量方法综合使用的目的是,电阻测量可以不 受居里温度的限制,观察较高温度的相变信息,磁性 测量则可以直接地获得顺磁-铁磁转变的温度点,而 应变测量则直接给出晶格变化的温度关系.可以发 现,三个参数的特征温度点都是不一致的.为此分析 了实验数据和对比了前人的工作,更加清楚地揭示 了这种材料一级相变过程中各种物理量的变化 关系.

#### 2. 实验方法

化合物的合成方法同文献 1].为了消除成份的 不均匀性 样品经过细致的研磨均匀化 ,并在适当的 温度进行退火和烧结<sup>11</sup>.为了进一步排除不同的测 量样品间成分的差异 ,我们特意制备了一块样品 ,使 其尺寸适合所有的电阻、磁性和应变测量.我们用经 典的四点法测量样品的电阻 ,磁测量采用超导量子 干涉磁强计( SQUID-Quantum Design MPMS ),应变测 量采用的是应变片方法.

<sup>\*</sup> 国家自然科学基金(批准号 50471056)资助的课题。

<sup>&</sup>lt;sup>†</sup>通讯联系人.E-mail:ghwu@aphy.iphy.ac.cn

#### 3. 结果和讨论

图 1(a)示出 MnFeP<sub>0.45</sub> As<sub>0.55</sub> 样品分别在高场或 低(零)场下测量的磁化强度和应变的温度关系.低 场 *M-T* 曲线表明样品的居里温度 *T*<sub>c</sub> 为 310K,升温 曲线和降温曲线基本重合,温度滞后最多为 1K.5T 磁场的测量使 T<sub>c</sub> 上移到大约 336K,也几乎观察不 到温度滞后.而零场的应变温度关系 ε-T 曲线则表 明在 280K 处样品发生了晶格突变.加上 2T 磁场,晶 格突变的温度起点 T<sub>e</sub> 上移到大约 292K. 这两种曲 线的测量都观察到磁场可以使测量曲线向高温漂 移,但无论外磁场高低,在升降温的测量过程当中, 显示的温度滞后都很小,大约为 1—2K.



图 1 (a)高场和低(零)场下磁化强度和应变的温度依赖关系(b)零场下电阻的温度依赖关系( $M_N$ 为归一化磁 化强度,实心和空心符号分别代表升温和降温曲线)

图 1(b)是零场下测量的样品电阻 R 与温度关 系 R-T 曲线.在升温过程中 R-T 曲线在低温区域呈 金属性,并在 304K 出现折点.继续升温,出现了电阻 随温度的升高而降低的变化形式.直至设备的最高 测量温度 360K 时,仍未出现电阻随温度升高而升高 的金属性行为.继而从 360K 降温过程中,R-T 曲线 并未重复升温 R-T 曲线,而是先出现了电阻随温度 降低而稍有降低的变化形式,然后才变为随温度降 低而升高,最后在 294K 出现折点并与升温曲线重 合.详细分析这一段的电阻变化形式是很必要的.因 为我们从下面可以看到,电阻测量提供了很重要的 一级相变的信息.

图 1(b)的 *R-T* 曲线分别在降温曲线 294K 处和 304K 升温曲线处出现的折点,说明样品具有典型的 可逆一级相变行为.相变具有温度滞后,大约为 10K.非常特别的是,这个相变过程在  $MnFeP_{0.45} As_{0.55}$ 样品中持续了很大的温度范围.我们相信,高温相的 R-T曲线也应该是金属性的.虽然由于仪器的限制, 我们没有测量到高温处的 R-T曲线折点,但可以知 道 相变持续的温度范围应大于 360K - 294K = 66K(从降温曲线判断).

以上的实验观察,与过去关于这类材料相变的 研究结论十分不同.一般认为,MnFeP<sub>1-x</sub>As<sub>x</sub>材料存 在一个一级相变,相变标志是晶格突变<sup>[14]</sup>.在晶格 突变的同时,发生磁性的转变<sup>[4]</sup>以及其他物理量,比 如电阻的变化<sup>[3]</sup>.磁性及其他物性变化的温度滞后 与相变的滞后对应.

本文工作观察到了一个持续在很大温度范围的 一级相变,相变温度滞后在 10K 左右,这个相变特 征是以往研究所没有报道的.而顺磁性与铁磁性间

4911

的磁相变,以非常小的温度滞后发生在这个一级相 变中的某一温度点,与相变的转折点并不重合.而且 在磁相变和一级相变的过程中,未测量到相应的晶 格突变.应变突变发生在280K,在一级相变的区域 之外的低温一侧,比 $T_c$ 低30K,比一级相变点低 14K.这明显表现出,晶格突变,磁相变和结构相变 三者间完全没有温度上的对应.由于R-T,M-T和 $\varepsilon$ -T是同一样品的三种测量结果,排除了测量样品的 成分差异的影响.应该指出的是,本文工作测量到的  $T_c$ 与文献1)中相同成分的样品中测量到的 $T_c$ 是 一致的.因此尽管上述观察结果与目前所流行的看 法不同,但数据是可信的.

根据上述测量结果,我们提出了关于 MnFeP<sub>0.45</sub> As<sub>0.55</sub>材料的磁相变,结构相变和晶格突变的不同看 法:1)材料中的结构相变是一个发生在大温度范围 内(降温时为 294K – 360K = 66K 或更高),温度滞后 大约 10K 应变研究表明,在一级相变开始后的持续 转变过程中,样品的体积随温度的上升而连续变小 (见图 1( a)的 ε-T 曲线).这种违反一般材料热膨胀 规律的表现,以及我们上面提到的电阻从 360K 降温 时的变化行为,是关于这个一级相变在高温一侧的 很大温度范围里持续发生的有力证据.同时还观测 到了磁场导致电阻转折点向高温移动的现象(零场 时为 304K,在 5T 高磁场下为 314K.图 1 中未显示), 表明这个一级相变的相变点也随外加磁场的增强而 向高温漂移.2 在从 360K 开始的降温过程中,铁磁 有序的发生是由于晶格 *a* 轴的逐渐变大而使最近 邻 Fe-Fe 原子间距逐渐变大而实现的.本文工作的 样品,在 310K 开始了顺磁-铁磁相变,此为 *T*<sub>c</sub>.

Zach 等人用 XRD 方法细致测量了一系列不同 成份的材料的晶格常数随温度的变化<sup>[3]</sup>.我们把文 献 3 皆果重新画成图  $\chi$  a),并将晶格突变温度与 材料成分的关系示于图  $\chi$  b).如图  $\chi$  a)所示,可发 现所有样品都随温度的变化,并在不同温度点出现 了晶格突变.文献 3 认为,出现晶格突变的温度,就 是相应样品的  $T_c$ .从图  $\chi$  a)可见,晶格突变时,*a* 轴是伸长的.后来中子衍射研究和能带计算研究<sup>[6,7]</sup> 指出,发生顺磁-铁磁转变的条件就是最近邻 Fe-Fe 原子间距变大到一个合适的数值.

但是从图 (X a) 我们也可以看到,在发生晶格突 变之前,随温度降低, a 轴和 c 轴是分别连续变长和 变短的.也就是说,降温过程中,晶格的 a 轴在发生 突变前就已经开始连续变大了.这一变化趋势意味 着,使最近邻 Fe-Fe 原子间距变大而导致顺磁-铁磁 转变的条件<sup>[6,7]</sup>有可能在降温过程中的某一温度时 就已经具备,不一定要等到晶格突变时才发生.



图 2 (a)Zach 等人测量的  $MnFeP_{1-x}As_x$  系列化合物的晶格常数随温度变化的结果 ,(b) 根据(a)图作出 的晶格突变温度  $T_L$ 和 As 含量的关系

图 <u>(</u> a)虽然没有展示我们的样品成分,但按照 其成份与晶格突变温度的变化规律(如图 1(b)所

示),我们的样品突变温度,应该在 MnFeP<sub>0.4</sub> As<sub>0.6</sub>和 MnFeP<sub>0.5</sub> As<sub>0.5</sub>两个样品之间(图 1(b)).这与我们观 察到的形变温度 280K 是一致的.实际上,细致考察 Zach 和 Tegus 等人已经发表的工作,如果把他们多 种测量方法获得的特征温度点对比一下,可以发现 他们的实验数据本身已经说明了  $T_c$  与晶格突变温 度的不一致<sup>[4,5]</sup>.而作者为什么断定晶格突变温度与  $T_c$ 一致的原因却不得而知.

众所周知,这种材料具有在居里温度附近产生场致磁相变的特性.为了进一步证明磁相变温度 *T*<sub>c</sub> 是在晶格突变 *T*<sub>L</sub> 之上,我们测量了该样品的一系列的变温 *M*-*H* 曲线,如图 3 所示.由图可知,磁场诱发磁相变时在 *M*-*H* 曲线上出现折点发生在 312—324K 范围内.早在 308K 就已经观察不到场致磁相变的痕迹了.这个测量也引证了在 280K 发生晶格突变之前,顺磁-铁磁相变已经结束.



图 3 MnFeP<sub>0.45</sub> As<sub>0.55</sub> 在不同温度下的磁化曲线

上面根据我们和前人的实验结果,证明了晶格 突变与顺磁-铁磁相变和一级相变无关.那么,这个 晶格突变是个什么机制呢?我们认为,随着温度降 低,材料变为铁磁性,磁弹性耦合增强.在分子场和 磁弹性耦合的共同的作用下,晶格发生的突变是磁 致伸缩所造成的.它虽然很大,但不是一个一级相 变.从图 1(a)可以看到,当外加2T磁场时, *ε-T* 曲线 向高温移动.这是由于磁场引起 *T*<sub>c</sub> 的变化,进而引 起磁弹性耦合的温度点向高温移动. 零场和 2T 场 的 *ε*-*T* 曲线在给定温度的差别,就是在那个温度上 由外场引起的磁致伸缩.我们注意到,在 280K 晶格 发生突变的时候,材料的磁化和输运性质却没有相 应的大变化.这更加说明,晶格突变来源于磁弹性耦 合,而非一个一级相变.

#### 4. 结 论

本文工作利用不同的测量方法,研究了 MnFeP<sub>1-x</sub>As<sub>2</sub>(0.32 < x < 0.66)材料巡游电子变磁性 转变附近一级相变与其他物理性质变化的关系,我 们发现,结构相变、磁相变和晶格突变间没有一一对 应的温度关系,电阻测量发现,材料的一级相变是一 个温度滞后为 10K、但持续发生在至少 66K 的一个 很大的温度区间的结构相变,综合 Zach 等人的工作 和我们的结果 相变的结构特征被确定为随温度升 高 a 轴缩短 c 轴伸长 而晶胞体积缩小 进一步的 磁性和应变测量发现,磁性相变发生在这个一级相 变的中间部分 与一级相变的相变点不是对应的.同 时 我们的应变测量观察到晶格突变发生在低于居 里温度和一级相变点以下的温度点上,它属于磁致 伸缩的机制,来源于磁弹性耦合,针对前人关于晶格 突变即是结构相变的特征,并与磁性转变一致的看 法 我们在上述结论的基础上提出了顺磁-铁磁转变 的来源,在一级相变的过程中,随着温度的降低,晶 格的连续变化导致(001)面内原子间的距离连续的 变大,当最近邻 Fe-Fe 原子间的距离增大到一定的 程度时 材料即可发生从顺磁性到铁磁性的磁性相 变 而不必依赖在更低温度下发生的晶格突变 本文 工作详细对比了我们和前人的测量结果,证明了上 述结论

感谢荷兰阿姆斯特丹大学提供样品.

- [1] Tegus O, Bruck E, Buschow K H J et al 2002 Nature 415 150
- [2] Wang F , Chen Y F , Wang G J et al 2003 Chin . Phys . 12 911
- [3] Tegus O, Bruck E, Dagula W, et al. 2002 IEEE Trans. Magn. 38 2753
- Zach R, Guillot M and Fruchart R 1990 J. Magn. Magn. Mater.
  89 221
- [5] Tegus O, Bruck E, Dagula W et al 2003 J. Appl. Phys. 93 7655

[7] Zach R, Bacmann M, Fruchart D et al 1997 J. Alloys. Compd. 262–263 508

## Characterization of transitions in MnFeP<sub>0.45</sub>As<sub>0.55</sub> compound \*

Zhu Zhi-Yong Wang Wen-Quan Miao Yuan-Hua Wang Yan-Song (Department of Physics, Jilin University, Changchun 130023, China)

Chen Li-Jie Dai Xue-Fang Liu Guo-Dong Chen Jing-Lan Wu Guang-Heng<sup>†</sup>

(Beijing National Laboratory for Condensed Matter Physics, Institute of Physics, Chinese Academy of Sciences, Beijing 100080, China)

(Received 28 March 2005; revised manuscript received 29 March 2005)

#### Abstract

The resistance , magnetization and strain measurements have been carried out on  $MnFeP_{0.45} As_{0.55}$  compound. We found that , at variance with what is commonly believed , the critical temperature points for the first order transition , paramagnetismferromagnetism transition , and lattice anomaly are not identical. The first order transition goes on in a quite wide temperature range with a thermal hysteresis of about 10K. In the duration of the first order transition , the paramagnetism-ferromagnetism transition is observed , which indicates that they are not related to the lattice anomaly. Thus , we attribute it to the continuous change of the lattice parameters due to the structure transition based on our observation and Zach *et al*. 's work. On the other hand , the lattice anomaly occurs at lower temperature than that of the first order structural and magnetic transitions. We conclude that it is a magnetostrictive behavior associated with the magnetoelastic coupling below the Curie temperature.

**Keywords** : MnFePAs , magnetostriction , itinerant-electron metamagnetism , first order phase transition **PACC** : 7580 , 7530K , 6470K

<sup>\*</sup> Project supported by the National Natural Science Foundation of China Grant No. 50471056 ).

<sup>&</sup>lt;sup>†</sup>Corresponding author. E-mail : ghwu@aphy.iphy.ac.cn