半金属磁体

孙 华 睢 胜 李振亚

(苏州大学物理系 苏州 215006)

摘 要 半金属磁体是近些年来日益受到关注的一种新材料,也是物质具有的一种新形态.在半金属磁体的能带结构中,两个自旋子能带分别具有金属性与绝缘性,从而产生自旋完全极化的传导电子.这一特性使它有可能在新一代微电子设备中发挥重要作用,并为极化输运理论及自旋电子学的研究开辟崭新的领域.文章主要介绍了半金属磁体的命名、特征和几种典型的材料,回顾了在寻找半金属磁体过程中的理论计算和实验研究的发展历程,并对已在半金属磁体材料中发现的一些具有应用价值的磁输运现象作了阐述.

关键词 半金属磁体 ,自旋极化 ,磁输运

HALF-METALLIC MAGNETS

SUN Hua JU Sheng LI Zhen-Ya

(Department of Physics , Suzhou University , Suzhou 215006 , China)

Abstract Half-metallic magnetic materials are a new state of matter which is attracting more and more attention in recent years. With a special band structure in which only one of the two spin directions is metallic, the conducting electrons are completely spin polarized in these materials. This property makes it possible for them to play a key role in future electronic devices and to offer an interesting field for the study of spin-polarized transport theory and spin electronics. We review the history and properties of half-metallic magnets, as well as ongoing theoretical and experimental studies to find more evidence and examples of these materials. In addition, the magnetoresistance in half-metallic magnets is described in detail since this property has great importance in applications.

Key words half-metallic magnets , spin polarization , magnetotransportation

1 特征

1983年, de Groot 等人在对半霍伊斯勒(seni-Heusler)合金 NiMnSb 和 PtMnSb 作能带计算时,得到 了一种特殊的能带结构^[1].这些磁性金属间化合物 与一切普通的铁磁体一样,具有两个不同的自旋子 能带.但有趣的是,其中一个自旋子能带(一般称为 自旋向上或多数自旋子能带)在费米面上有传导电 子,而对于另一个子能带(称为自旋向下或少数自旋 子能带),费米能级恰好落在价带与导带的能隙中. 换言之,两种自旋子能带分别具有金属性和绝缘性. 因此, de Groot 把具有这种能带结构的物质称为"半 金属 '磁体(half-metallic magnets).

需要指出的是,这里所说的"半金属"(half metal)并非传统意义上的半金属,传统的半金属是一种 由于导带与价带有少量交叠(负带隙宽度)或导带底 与价带顶具有相同能量(零带隙宽度),而使其宏观 输运性质介于典型的金属与半导体之间的半金属 (semi metal).与此相反, de Groot 命名的这种半金属 在宏观上通常表现为具有金属性的磁性化合物,但 是在晶体结构、键的性质以及较大的交换劈裂等因 素的共同影响下,其能隙恰好只在一个自旋方向的 子能带(通常为自旋向下子能带)中打开,从而实现 了金属性与绝缘性在微观尺度下的共存.为了区分 这两个不同的概念,我们在本文中把这种新的半金 属称为"半金属磁体".

这样一种特殊的能带结构自然会带来一系列特殊的性质,其中最显著的表现是传导电子的完全自旋极化.如前所述,半金属磁体只有一个自旋子能带在费米面上有传导电子分布,因而所有的传导电子都具有相同的自旋方向.根据自旋极化率 *P* 的一般定义,

^{*} 国家自然科学基金(批准号:19774042,10174049)资助项目 2001-11-05收到初稿,2002-01-22修回

$$P = \frac{N_{\uparrow}(E) - N_{\downarrow}(E)}{N_{\uparrow}(E) + N_{\downarrow}(E)}, \qquad (1)$$

其中 N_a(E)是能级 E 上自旋为α 的电子态密度(α = ↑,↓).半金属磁体在费米能级上的电子自旋极 化率为百分之百(P=100%),远远超过了一般铁磁 金属及其合金的极化率范围(P=10%—40%).正 是这种极限下的完全极化输运性质使半金属磁体正 在成为近年来不断发展的磁输运理论的重要研究对 象,并有望在自旋电子学中占据重要地位,为新一代 电子器件提供有价值的材料.

半金属磁体的另一特征是整数磁矩,即所谓的 "磁矩量子化'现象^[2].在一般的铁磁元素金属中,单 原子平均磁矩多半不是玻尔磁矩的整数倍,如 Fe 的 单原子平均磁矩为 2.2 $\mu_{\rm B}$.这种分数磁矩的现象通 常可用斯通纳模型的简单图像来解释.因为这些普 通磁性金属的自旋向上、向下两个子能带都只被部 分占据,平均每个原胞可容纳的电子数 n^+ , n^- 及其 差值都不是整数.但在半金属磁体中,自旋向下的子 能带被占满,平均每个原胞容纳的自旋向下的电子 数密度 n^- 必为整数值,于是在另一个子能带中容 纳的自旋向上的电子数密度 $n^+ = n - n^-(n)$ 为原胞 中的价电子总数)也是一个整数,最终导致平均磁矩 $m = (n^+ - n^-)\mu_{\rm B}$ 为整数值($\mu_{\rm B}$ 为玻尔磁矩).事实 上,早在 50 年代初期,L. Castelliz 就测量了 NiMnSb 的磁矩并发现它接近玻尔磁矩的 4 倍^[2].

由于半金属磁体中费米面上自旋向下的电子态 密度为零,传导电子要改变自旋方向跳到另一个子 能带中(Stoner 激发),必须克服从费米面到自旋向 下子能带导带底的能隙.若没有足够的能量,这样的 自旋翻转就不会发生.这种在低温或低场下对Stoner 激发的禁止也是半金属磁体的特征,它会对磁化 强度、电阻等物理量随外界条件的变化关系产生影 响.以NiMnSb 为例,在低温时,它的磁化强度 *M* 与 温度 *T* 的关系满足

 $M(T) = M(0)(1 - BT^{3/2}),$ (2) 与传统的海森伯磁体一致,只有当温度大于 80K 时,其磁化强度才会表现出一般的巡游铁磁体具有 的温度效应^[3,4].所有这些半金属磁体的特征一方面 为理论研究提供了有趣的课题,另一方面使人们有 可能从实验上找到关于半金属磁体的应用依据,为 这个领域中的进一步开拓奠定基础.

2 材料与测量

自半金属磁体提出以来的近二十年里,人们在 • 276 • 不断地寻找各种可能的半金属磁体.目前被认为属 于半金属磁体的材料主要可分为两大类:一类是以 霍伊斯勒合金或半霍伊斯勒合金为代表的三元金属 化合物;另一类是在费米能级上 d 电子占主要地位 的磁性金属氧化物.

最早发现的半金属磁体为 NiMnSb. NiMnSb 是具 有半金属性的半霍伊斯勒合金的典型代表,其晶体 结构可描述为三个相互贯穿的 fec 格子,对应的原 子与空间位置分别是:N(1/4,1/4),Mn(0,0,0), Sh(1/2,1/2,1/2)¹¹.我们一开始就提到,半金属磁体 的命名最早是来源于对 NiMnSb 的能带计算.与磁性 氧化物相比,霍伊斯勒合金中影响其能带分裂效果 的晶场作用、原子耦合以及各种磁相互作用等因素 更为复杂,以致于人们除了通过直接的能带计算,很 难预测出哪一种霍伊斯勒合金具有半金属性.

最简单的半金属磁体为 CrO₂.这种金红石结构 (图1)的金属性铁磁氧化物被广泛地用作磁记录材 料.早在六七十年代,人们就对 CrO₂ 的磁性质与光 学性质做了十分详细的研究,但直到 1986年,才由 Schwarz 给出了 CrO₂ 的能带结构,并指出它也是一 种半金属磁体^[5].此后,其他的一些能带计算工作也 得到了同样的结论^[6,7].图 2 是 Lewis 计算得到的 CrO₂ 态密度^[6],从中可以清楚地看到两个分别具有 金属性与绝缘性的自旋子能带.虽然 CrO₂ 的晶体结 构简单,但大于子能带宽度的交换劈裂已足以使它 形成半金属性.





受到极大关注的半金属磁体是掺杂的钙钛矿锰





氧化物 Ln_{1-x}A_xMnO₃(Ln 为三价稀土族元素,A 为 Ca,Sr).这种氧化物的磁性基于双交换作用,使电子 的输运性质与系统的磁结构密切相关^[8,9].只有当 Mn 离子上的局域磁矩平行排列时,扩展态电子才能 在不同离子间巡游.而巡游电子的自旋在强烈的洪 德(Hund)作用下与局域磁矩方向一致,从而导致传 导电子的完全极化.除了半金属性外,这些锰氧化物 还具有一系列丰富的物理现象和与高温超导体类似 的结构,因而成为近几年来人们研究的一个热点.

事实上,已发现的半金属磁体还远远不止上面 介绍的这三种典型的化合物,如亚铁磁性的 Fe₃O₄, 其费米能级上的能隙只在自旋向下的子能带中打 开,从而具有 – 100%的自旋极化率;具有双钙钛矿 结构的 Sr₂FeMoO₆,在它的每个原胞中,磁矩反平行 的 Fe³⁺ 和 Mo⁵⁺ 共贡献出 4µ_B 的净磁矩,而且和 Fe₃O₄ 一样,传导电子的自旋方向一致向下^[2].稀磁 半导体[如(Ga ,Mn)As 和(Hg ,Mn)Se]是另一类特殊 的半金属材料.在这些铁磁性的半导体中,两个自旋 的子能带具有不同的能隙.当载流子被注入其中时, 仅当它们的自旋完全极化时才能形成电流^[2].由此 可见,半金属磁体是一类范畴极广的材料,它们可以 具有不同的结构、不同的磁性、不同的输运性质,能 产生完全自旋极化的传导电子是它们的共同特征, 这也是此类材料具有重大价值的原因.

由于半金属磁体最早是从能带结构上加以定 义,能带计算始终是判断一种材料是否具有半金属 31卷(2002年)5期 性的重要依据.但是能带计算本身的复杂性,再加上 半金属磁体多为强关联作用电子体系,使得这方面 的工作常常产生很大的误差,甚至得到自相矛盾的 结果.因此,人们需要更多的实验证据来作为判断半 金属性的有力佐证.

测量磁矩是从实验上寻找半金属性的各种途径 中最简单而又十分有效的一种方法.如前所述,半金 属磁体的平均磁矩应当具有整数值,即为玻尔磁矩 的整数倍.很多可能的半金属磁体都已被测量过磁 矩,从实验上观测到的结果与理论的估计基本一致, 如:半霍伊斯勒合金 NiMnSb 的平均磁矩为 $4\mu_B$,金 红石结构的 CrO₂ 为 $2\mu_B$,双钙钛矿结构的Sr₂FeMoO₆ 为 $4\mu_B^{[2]}$.

其他一些半金属磁体所特有的现象也可被用来 作为判断半金属性的依据.最近,Zhao 等人在测量 掺杂的锰氧化物的电阻随温度变化的曲线时,发现 材料的低温电阻中缺少由于单自旋波量子散射而引 起的 T² 项^[10],取代它的是对应着双自旋波量子散 射的 T^{4.5} 项^[11],且从实验曲线得到的 T^{4.5} 项前的系 数与双自旋波量子散射的量子理论预言的数值能很 好地吻合^[12].这是由于半金属磁体中费米能级上没 有自旋向下的电子,从而可能导致会引起传导电子 自旋翻转的单自旋波量子散射被禁止.由于这种实 验方法对样品表面的性质较不敏感,因而它为这种 锰氧化物的半金属性提供了有力的实验证据.

尽管在实验上可以从各个角度去间接地证明半 金属磁体的实际存在,但最直接、最有力的证据还是 对样品的自旋极化率进行的测量.人们运用各种实 验技术与方法来探测被认为可能是半金属磁体的材 料所具有的自旋极化率,如正电子湮灭、自旋分辨光 电发射谱、自旋极化隧穿、点接触 Andreev 反射等. 所积累的大量实验事实与数据证明,传导电子的完 全自旋极化并非只是理论计算的理想结果,而是一 系列实际材料所具有的真实性质.

最早得到接近百分之百的极化率的实验可能是 Jae-Hoon Park 及其合作者用自旋分辨光电发射谱对 掺杂的钙钛矿锰氧化物 $La_{0.7} Sr_{0.3} MnO_3$ 所做的自旋 极化率测量^[13].图 3 是他们的样品在 40K 的温度下 得到的光电谱.其中自旋向上的电子在费米能级 E_F 处有较大的态密度,具有金属性,而自旋向下电子的 态密度在 E_F 下 0.4eV 处消失,这也是自旋向下电子 的价带顶到费米能级的能隙.由此得到的费米能级 上电子的自旋极化率为 100% ± 5%,与理论的预言 能很好地吻合.



图 3 掺杂的钙钛矿锰氧化物 La_{0.7}Sr_{0.3} MnO₃ 在 T = 40K 时的自旋分辨光电发射谱^[13]

最近 ,Dedkov 等人测量了 Fe₃O₄(111)薄膜在室 温(300K)下的自旋分辨光电发射谱,发现费米能级 上电子的自旋极化率达到 $-(80 \pm 5)\%^{[14]}$ 但是 由 于光电发射谱实验对样品的表面性质十分敏感,在 用它测量自旋极化率时,常常会得到与理论值偏差 较大的结果,如一些关于 NiMnSb 的较早实验,所得 到的极化率只有 50% 左右. 更令人难以接受的结果 出现在对 CrO, 所做的实验中:百分之百的自旋极化 率出现在费米能级下 2eV 处,而费米能级上甚至连 自旋向上电子的态密度也为零,这与该材料所具有 的金属性完全不符,直到 1998 年, Soulen 等人采用 点接触 Andreev 反射来研究半金属性,即利用超导 体/金属界面上正常电流与超导电流间的转化来探 测费米面上的自旋态密度[15]. 如图 4 所示,在低电 压下 正常金属中的单个传导电子要穿越超导体/金 属界面 必须与金属中另一自旋方向的传导电子配 对 形成超导体中的载流子----库珀对,换言之,每 入射一个电子 就在界面上反射回一个另一自旋子 能带中的空穴,这就是著名的 Andreev 反射,正常金 属若具有铁磁性 不同自旋传导电子的数目不同 并 决定着 Andreev 反射效应的强弱,因而可利用这一 效应来探测金属中费米能级上的自旋极化率.Soulen 及其合作者测得的二氧化铬中传导电子的自旋极化 率为(90±3.6)%,大大高于光电发射谱的结果,用 这种方法得到的 NiMnSb ,La, Sr1-, MnO3 的极化率也 在60%—90%的范围内,最近,美国霍布金斯大学、

布朗大学和 IBM 公司联合研究组用化学蒸发沉积 法 CVD)制备出 CrO₂ 单晶膜,用点接触 Andreev 反 射法测得该样品的自旋极化率高达 $0.96 \pm 0.01^{[16]}$ 和 $0.984^{[17]}$,又一次证实了理论的预言.





关于半金属磁体的实验研究所面临的最大困难 是半金属性的不稳定性.晶体结构的缺陷(尤其在表 面和界面上)以及温度升高带来的热扰动会迅速地 使材料的能带结构丧失其半金属性的特征.前者使 光电发射谱这类对表面极其敏感的实验很难得到精 确的数据,后者则要求实验必须在低温下进行,增加 了实验的难度.这些不利因素可能会给实验结果带 来极大的误差,并造成不同的实验方法得到的结果 大相径庭.但是,随着实验数据的不断积累,各种实 验方法的逐步完善,越来越多有利于半金属性的证 据被发现.在 de Groot 为半金属性命名了近二十年 后的今天,半金属磁体这一具有特殊性质的材料的 存在已被广泛接受,并越来越引起人们的关注与兴 趣.

3 应用

磁电阻(MR)是指在磁场作用下材料的电阻的 相对改变,其传统定义为

$$MR = \frac{R(H) - R(0)}{R(0)}, \qquad (3)$$

其中 R(H)为外场 H 下材料的电阻.一般的金属都 具有磁电阻 原因是电子在洛伦兹力作用下受到的 散射增强,从而引起电阻增加,但这种电阻变化的幅 度通常极小,甚至连1%都不到.

1988 年, Baibich 等人发表了第一篇关于巨磁电 阻(GMR)的报告^[18],从实验上观察到了在铁磁 – 非 铁磁金属交替排列的多层膜结构中的这种量子效 应.在无外场时,铁磁层的磁矩在反铁磁耦合作用下 反向平行排列,使电子受到的自旋相关散射达到最 大值.随着外场的逐步增大,各铁磁层的磁矩趋向平 行排列,自旋相关散射迅速下降直至饱和.很快,类 似的现象在磁性金属 – 非磁性金属的颗粒复合体系 中也被发现.这种电阻在外加磁场下减小的相对值 可达50%,从而为实际的商业应用提供了可能.1994 年,第一种利用 GMR 效应制作的磁场传感器面世. 1997年9月,IBM 公司推出了用于硬盘驱动器的读 磁头,大幅度提高了硬盘的容量;巨磁电阻效应还被 应用于计算机中的固定存储器,1997年1月,Honeywell 公司演示了第一台 GMR 随机读写存储器 (RAM).这些产品已经显示出广阔的市场前景^[19].

除了由自旋相关散射导致的 GMR 外,另一种在 自旋相关隧穿的输运机制下产生的磁电阻 – 隧穿磁 电阻(TMR)也是一种同时具有理论价值与商业价值 的物理现象.早在 70 年代,Julliere 提出了著名的 Julliere 模型来解释存在于铁磁金属/绝缘层/铁磁金 属(FM/I/FM)隧道结中的隧穿磁电阻现象^[20].根据 隧穿理论 隧道结中的隧穿电导与左右两侧金属电 极中电子在费米面上的态密度的乘积成正比

 $G \propto N_{\rm L}(E_{\rm F})N_{\rm R}(E_{\rm F}).$ (4) Julliere 将此关系运用到 FM/I/FM 隧道结中 ,得到了 铁磁层磁矩在平行排列(P)与反平行排列(AP)时电 导的相对变化:

$$\frac{G_{\rm P} - G_{\rm AP}}{G_{\rm P}} = \frac{2P_{\rm L}P_{\rm R}}{1 + P_{\rm L}P_{\rm R}}, \qquad (5)$$

式中 *P*_L,*P*_R分别是左右两侧铁磁金属的自旋极化率.1995年,Moodera 等人在他们制备的 CoFe/Al₂O₃/Co 隧道结中发现了在室温下仍能达到 11.8%的隧穿磁电阻^[21],从而掀起了对铁磁隧道结的研究热潮.目前,已经有人在试图利用铁磁隧道结的 TMR 效应来制备随机读写存储器^[9].与完全由金属材料制成的 GMR 器件相比,隧道结的磁电阻也达到了实际应用的要求,而其中通过的电流要小得多,尤其适合于小功率的便携式产品.因而,虽然对 TMR 效应的具体机制尚待进一步深入理解,要把它推广至应用阶段还面临着一系列技术上的问题,但它和 GMR 效应一样,是自旋电子学研究的重要方面,并为电子器件的未来发展指明了方向.

无论是 GMR 效应还是 TMR 效应,其最本质的 来源都是自旋极化输运.人们自然而然地希望能尽 量提高载流子的自旋极化率,以获得尽可能大的磁 电阻效应.传导电子自旋完全极化的半金属磁体无 疑是最佳的候选者.因此,研究半金属磁体中的磁电 阻现象已成为这种材料的应用研究中的主要课题.

90 年代早期,一些具有半金属性的掺杂钙钛矿 锰氧化物被发现能产生接近 100% 的磁电阻^[22 23]. 除了在幅值上大大超过以往发现的任何磁电阻效应 外,它还具有两个十分明显的特征.首先,这一新的 磁电阻现象并不像 GMR 或 TMR 那样只能在不均匀 的复合体系中找到,而是发生在锰氧化物的单晶材 料中,因而被认为是该材料的内禀性质.其次,这种 材料在发生铁磁 – 顺磁相变的同时还伴随着金属 – 绝缘体的相变,而电阻在磁场下的巨大变化恰恰也 只在居里温度附近发生.一旦温度偏离了居里点,无 论是高温还是低温,磁电阻现象都会迅速地消失.这 种与 GMR 或 TMR 完全不同的磁电阻效应被命名为 " 庞磁电阻 (CMR),并很快引起了人们的广泛关注.

关于 CMR 的理论解释最早是建立在双交换作 用机制和极化子效应的基础上^[24].最近,在实验观 察的基础上,又有人提出可把 CMR 效应归因于锰氧 化物中的相分离现象^[25],即在低温下,金属性的铁 磁相与绝缘性的反铁磁相共存,且其比例随温度的 变化而改变.在居里点附近,铁磁相达到渗流阈值, 此时系统对外界条件的变化十分敏感,较小的外磁 场就足以引起激烈的电阻变化,从而引起巨大的磁 电阻.然而锰氧化物具有的复杂结构为有关 CMR 的 理论研究带来了很大难度,这方面的工作至今尚未 完善.但考虑到 CMR 只发生在居里点附近,而能带 结构的半金属性及相应的完全自旋极化在这个温度 下早已丧失,一般人们都认为 CMR 并不是为大多数 半金属磁体所具有的性质,或者说 CMR 与百分之百 的自旋极化率之间没有直接的因果关系.

1996年,Hwang及其合作者在锰氧化物的多晶 材料中观察到了另一类磁电阻^[26].他们发现,与单 晶材料相比,多晶样品一方面在电阻上提高了几个 数量级,另一方面,可在低温下得到接近30%的磁 电阻.与 CMR 效应只局限在居里温度附近的狭小范 围内不同,该磁电阻随温度的上升迅速单调下降,在 室温下几乎完全消失(图5).在与单晶样品的性质 作了各方面的比较之后,Hwang指出,这种磁电阻来 源于颗粒间的自旋极化隧穿过程,多晶材料中高度 无序的颗粒边界起到了绝缘层的作用,而载流子的 高度自旋极化使这一磁电阻可具有较大的数值.随 着温度的升高,自旋极化率下降,磁电阻也随之减 小,当达到已接近材料居里点的室温时,半金属性已 不存在,自旋极化率趋于零,于是磁电阻现象消失.

很快,在其他半金属材料的其他颗粒体系中也

· 279 ·



图 5 Hwang 及其合作者制备的 La_{2/3} Sr_{1/3} MnO₃ 单晶样品和多晶 样品(烧结温度分别为 1300℃,1700℃)中电阻(左栏)和磁化强 度(右栏) 100分场和温度的变化[²⁶]

(从中可看出,虽然三种样品的磁化曲线没有很大的区别,但单 晶样品和多晶样品的磁电阻现象完全不同.前者随着温度下降 而迅速减小,后者则在低温下磁电阻达到最大,且在低场时有一 个明显的电阻下降过程)

发现了类似的现象,如 CrO₂ 多晶^[27,28]、CrO₂ 压缩粉 末^[29,30]等,进一步证明了自旋极化率和颗粒边界对 这种颗粒间磁电阻(IMR)的关键作用.尤其是 Coey 等人^[29]将二氧化铬紧压缩粉末用绝缘的三氧化二 铬稀释后,在 5K 的温度下得到了 56%的磁电阻,其 结果十分令人鼓舞.近来有关 La₂₃ Ca_{1/3} MnO₃ 纳米粉 末的实验发现在低温下磁电阻可以达到 100%,然 而在 100K 以后磁电阻就迅速下降,并在室温(300K) 时趋于零^[31].我们应用无规网络模型,考虑了直接 隧穿、高阶隧穿、跳跃(电导)及超顺磁性对磁输运的 不同贡献,有效地解释了半金属颗粒体系的磁输运 现象^[32—34].除了颗粒体系外,人们还在试图制备基 于半金属磁体的隧道结^[2].从 Julliere 模型可知,当 隧道结中两侧电极在费米面都具有完全的自旋极化 时 就有可能得到百分之百的隧穿磁电阻 即当两侧 铁磁磁化平行时,电流可通过,而当磁化反平行时, 电流完全不能通过,但要真正实现这些基于半金属 磁体中自旋极化输运过程的磁电阻现象,并将其应 用到实际器件上 就必须解决两方面的主要问题 一 方面是所有有关半金属性的实验都会面临如下困 难,即半金属性的不稳定性,温度升高带来的热扰动 和表面、杂质带来的结构缺陷都会破坏半金属性 导 致自旋极化率及相应的磁电阻的下降,另一方面,自 旋极化输运过程本身同样会受到干扰,热扰动和磁 性杂质等因素导致载流子在输运过程中发生自旋翻 转 这两种自旋通道的不对称性降低 从而在宏观上 表现为磁电阻的减小,事实上,在目前的实验中,这 类存在干半金属磁体体系中的磁电阻在室温下一般 不会超过1% 远远达不到应用的要求,但即使是普 通的铁磁金属隧道结 从发现磁电阻到制备出具有 较大的室温磁电阻的样品也经历了数十年的研究. 因此 我们有理由相信 随着人们对新的更适于磁电 阻器件的半金属磁体的不断寻找,对样品制备方法 和技术的不断完善,对半金属磁体中自旋输运过程 的理论和实验研究的进一步深入,这类材料将能被 应用到实际生产中,为自旋电子学带来新的突破.

4 展望

回顾 20 年来半金属磁体研究工作的发展 我们 可以看到 从最初单纯的能带计算到实验证据的大 量涌现 从只为锰氧化物所具有的 CMR 效应到在多 种结构、多种材料中的自旋极化输运,半金属磁体不 仅被人们所重视,而且正在成为凝聚态物理和材料 科学研究中的一个新热点.除了具有极大的应用价 值外,半金属性作为物质的一种新形态,还可能带来 一系列更基础的问题 对于半金属反铁磁体(HMAF) 的研究就是其中的一个例子.目前实验上发现的半 金属磁体大多具有铁磁性,极少数为亚铁磁体(如 Fe₃O₄).但 Hendrikus van Leuken 和 de Groot 从理论上 构造了 HMAF^[35],它不具有宏观的磁化强度,载流子 却是完全极化的.有人指出 这种反铁磁的半金属性 是一种新的超导态 其配对的电子具有相同的自旋, 因而可能带来许多新的性质,为自旋电子学开辟出 一个全新的领域^{36,37]},当然,关于半金属磁体的研究 刚起步不久,许多问题都有待解决,但我们可以大胆 地预测 在不远的将来 无论是在理论研究还是在应

用开发中,半金属磁体及其相关性质的研究都将占 据十分重要的一席之地.

参考文献

- [1] de Groot R A , Mueller F M , van Engen P G et al. Phys. Rev. Lett. , 1983 50 2024
- [2] Pickett W E , Moodera J S. Phys. Today , 2001 54(5) 39
- [3] Hordequin C , Pierre J , Currat R. J. Magn. Magn. Mater. , 1996 , 162 :75
- [4] Hordequin C ,Pierre J ,Currat R. Physica. B ,1997 ,234-236 ,605
- [5] Schwarz K. J. Phys. F 'Met. Phys. ,1986 ,16 J.211
- [6] Lewis S P ,Allen P B ,Sasaki T. Phys. Rev. B ,1997 55 :10253
- [7] Korotin M A , Anisimov V I , Khomskii D I et al. Phys. Rev. Lett. , 1988 80 :4305
- [8] Zener C. Phys. Rev. ,1951 &1 440 ;1951 &2 403
- [9] Anderson P W. Phys. Rev. ,1955 ,100 '675
- [10] Mannari I. Prog. Theor. Phys. ,1959 22 335
- [11] Kubo K ,Ohata N A. J. Phys. Soc. Jpn. ,1972 ,33 21
- [12] Zhao Guo-meng ,Keller H ,Prellier W et al. Phys. Rev. B ,2001 , 63 :172411
- [13] Park J H , Vescovo E , Kim H J et al . Nature , 1998 392 794
- [14] Dedkov Y S ,Rüdiger U ,Güntherodt G. Phys. Rev. B ,2002 ,65 : 064417
- [15] Soulen R J et al. Science ,1998 282 85
- [16] Ji Y Strijkers J , Yang F Y et al . Phys. Rev. Lett. 2001 86 5585
- [17] Anguelouch A et al. Phys. Rev. B 2001 64 :180408
- [18] Baibich M N ,Brato J M ,Fert A et al. Phys. Rev. Lett. ,1998 61: 2472

- [19] Prinz G A. Science ,1998 ,282 :1660
- $\left[\ 20 \ \right]$ Julliere M. Phys. Lett. $,\!1975$,54A 225
- [21] Moodera J S ,Kinder L R ,Wong T M et al . Phys. Rev. Lett. ,1995 , 74 3273
- [22] von Helmolt R, Wecker J, Holzapfel B et al. Phys. Rev. Lett., 1993.71 2331
- [23] Jin ,Tiefel T H ,McCormack M et al . Science ,1994 ,264 :413
- [24] Millis A J ,Shraiman B I ,Mueller R. Phys. Rev. Lett. ,1996 ,77: 175
- [25] Mayr M ,Moreo A ,Verges J A et al . Phys. Rev. Lett. ,2001 ,86 : 135
- [26] Hwang H Y , Cheong S W , Ong N P et al . Phys. Rev. Lett. , 1996 , 77 2041
- [27] Hwang H Y , Cheong S W. Science , 1997 , 276 :1607
- [28] Manoharan S S ,Elefant D ,Reiss G et al . Appl. Phys. Lett. ,1984 , 72 984
- [29] Coey J M D ,Berkowitz A E ,Balcells L I et al . Phys. Rev. Lett. , 1998 &0 3815
 - Coey J M D.J.Appl.Phys. ,1999 ,85 5576
- [30] Dai J , Tang J. Phys. Rev. B 2001 63 054434
- [31] Li R W Xiong H Sun J R et al. J. Phys. C 2001 13:141
- [32] Sun H ,Li Z Y. Phys. Rev. B 2001 64 224413
- [33] Sun H ,Li Z Y. Phys. Lett. 2001 287 A 283
- [34] Ju S ,Li Z Y. Phys. Lett. 2002 293 A :199
- [35] van Leuken H ,de Groot R A. Phys. Rev. Lett. ,1995 ,74 :1171
- [36] Pickett W E. Phys. Rev. B ,1998 57 :10613
- [37] Park M S ,Kwon S K ,Min B I. Phys. Rev. B 2001 64 :100403(R)

·物理新闻·

栩栩如生的海洋微生物(A Slice of Microbial Life)

许多生物学家都知道,只有在自然生态的状态下才能最好地了解和研究各种生物对象,但野外的研究工 作常常是很艰苦的.而对于海洋科学家来说,问题还不仅仅是艰苦,他们面临的是一种特殊的困难,即现在普 遍使用的显微镜都不能有效地捕捉到微米量级微生物的活动图像.当这类微生物以每秒几百微米的速率活 动时,甚至在具有高倍放大性能的显微镜下都找不到它们活动的痕迹.

最近美国加洲 Seripps 海洋研究所的科学家们认为,要解决上述困难,问题的重点并不是要提高显微镜的放大倍数,而是要解决显微镜聚焦光源的强度.因此以E.Fuchs J.S.Jaffe,R.A.Long和F.Azam等教授组成的研究组着重研究如何解决光源问题.与过去将光源照射在大块物质上相比,现在他们让激光照射在一块 23µm 厚的平板上,也就是让激光光线精确地照射在显微镜聚焦的区域,从而提高了光源的亮度,同时也消除 了由其他背景部分所带来的噪声,由于激光的照射严格地限制在所规定的区域,从而使他们获得了大量栩栩 如生的海洋微生物活动的图像.他们认为激光薄片照明技术能揭开过去没有研究过的许多海洋微生物的神秘世界,并可进一步对海洋的生态系统作定量的研究.

(云中客摘自 Optics Express 28 January 2002)