实验技术

材料化学分析的物理方法(Ⅱ)*

曹则贤[†]

(中国科学院物理研究所 北京 100080)

3 核磁共振

原子核由一定数量的自旋为 1/2 的质子和中子 组成,其总自旋视原子核的构成而各异. 自旋的原子 核象个小磁体. 无外加磁场时,原子核的自旋取向是 随机分布的. 加上一外磁场,则原子核的自旋取向受 磁场的约束出现有规则的分布. 以 1H¹ 原子核为 例,自旋 *I* = 1/2,在磁场下分为自旋为 1/2 和 – 1/2 的两个分量,能量相差

$$\Delta E = \hbar \gamma B , \qquad (6)$$

其中 B 是磁场强度 ,γ 是旋磁比 ,是原子核的特征 量.测量了旋磁比 ,就可以确定样品中的元素.这种 方法可以非常灵敏地区分不同的同位素.缺点是某 些原子核如 6C¹² ,核自旋为零 ,不能够被探测到.



图 11 NMR 原理图解. 磁场下自旋的原子核吸收射频电磁波. 当电磁波的能量量子对应磁能级之差时,发生共振吸收

核磁共振谱探测磁场下原子核对电磁波的吸收,探测方式既可以在固定磁场下连续改变电磁波的频率,也可以使用固定频率的电磁波但改变磁场强度.样品一般应放在液氮环境甚至置于更低温度下,这是为了降低原子核热涨落引起的能级展宽,提高分辨率.当电磁波对应的能量量子激发了核自旋

能级间的跃迁时,发生共振吸收(resonant absorption),表现为吸收曲线上的强峰.仍以1H¹原子核为例,1.41T磁场下,共振吸收频率为60MHz.



图 12 商用核磁共振仪. 样品、磁铁和电磁波探头都放置在磁屏 蔽的低温环境中

核磁共振作为一种分析化学技术,既可以分析 成分也可以分析分子结构.由于精确的共振吸收频 率依赖于原子核处局域的有效磁场,但这个磁场会 被附近的电荷屏蔽,所以对化学环境敏感.不同分子 中的或同一分子不同配位的同一种原子核,在 NMR 谱上会表现为化学位移,且原子核越是电正性的位 移越大.原子核附近的磁场还包括来自其他原子核 的贡献.原子核之间的相互影响称为自旋 – 自旋耦 合(spin-spin coupling),会引起吸收峰的分裂(见图 13).

4 质谱学方法

4.1 质谱

原子的最显著最直观的特征是原子的质量,虽

- 2003-07-10 收到初稿 2003-11-11 修回 ,第 I 部分刊登在 《物理》2004 年第 4 期第 282 页
- † E-mail zxcao@ aphy. iphy. ac. cn



图 13 苯乙烷分子中 C 原子核的 NMR 谱. 化学位移和自旋 – 自旋耦合引起的分裂都可以清晰地分辨. 注意 x 轴是频率位移 和主吸收频率的比值 ,单位 ppm

然一种元素可以有数种同位素,但同位素分布窄,且 多数情况下只有一个质量数的同位素丰度(abundancy)很大,所以一般地仍允许明晰地辨别原子.利 用原子质量辨别元素的方法可统归于质谱学.具体 操作可分为两类.一类是样品的原子直接进入分析 器做质量分析,这类方法包括气体的质谱分析,分析 固体的二次离子质谱和溅射中性粒子质谱;另一类 使用离子探针,通过探测探针离子的特征能量损失 和分布,分析样品的化学甚至结构的离子散射谱学 (ion scattering spectrometry,ISS),包括低能(LEIS), 中等能量(MEIS),高能(HEIS)离子散射谱以及卢 瑟福背散射谱(Rutherford back-scattering,RBS).

各种质谱技术的核心是测定离子质量的质谱 仪. 早先的质谱仪多为静电质谱仪或扇形磁质谱仪, 其原理非常简单,都是根据离子在电磁场中的偏转 来计算离子的荷质比. 后来有了复杂一些的四极质 谱仪(quadrupole masss pectrometer,QMS)和利用离 子回旋共振的傅里叶变换质谱仪,大大提高了质量 分辨率(*M*/Δ*M* > 1000);离子阱质谱仪则提高了信 噪比. 近年来,飞行时间质谱仪(time-of-flight mass spectrometer,TOF-MS)得到了越来越广泛的应用. 在 介绍各种质谱技术之前我们先简单阐述常见的四极 质谱仪和飞行时间质谱仪的工作原理.

四极质谱仪由四根两两相对的半球面(也有采 用其他几何的)的电极构成(见图 14),其中一对电 极上加电压[U+Vcos(ωt)],另一对电极上加电压 -[U+Vcos(ωt)]ω是射频电压的频率.一定动能 的离子(设若都是一价的)进入极板内,其运动轨迹 由 Mathew's 方程描述.对于给定的参数,当且仅当 e/m 落在一个很小的范围内时,离子才能穿过极板 区到达探测器,因此实现了质量选择.四极质谱仪有 两种运行模式,一是保持U和V恒定而改变ω,实用 的选择是ω恒定模式(一般为 27.12MHz 或 60MHz):即改变U和V但U/V不变.



图 14 四极质谱仪的构造. 实际电极的几何还有其他多种选择

飞行时间质谱仪利用动能相同但质量各异的离 子飞过零场漂移区渡越时间的不同实现质量选择. 从固体表面产生的离子束脉冲被一偏压加速后进入 漂移区.离子通过加速获得的动能在 1000eV 范围, 因此离子飞离固体表面时动能(<10eV)的差别可 以忽略.离子的飞行速度为 $v = \sqrt{2eV/m_i}$,可见轻离 子速度快而重离子速度慢.测量该脉冲的离子流的 时间谱即可换算为质谱.飞行时间质谱仪的优点是 可以平行探测所有出现的离子,大大提高了探测效 率.

质谱分析中经常会遇到干涉问题,即一个质量 峰来自不同的贡献:包括相邻元素的同位素,质量正 好重合的其他分子或团簇;多重离化的重元素,等 等.比如分析FeSi样品,质谱上质量为56的峰可能 来自样品中的Fe或是杂质Ni的同位素,也可能是 Si₂分子,而二重离化的Fe则被计入在质量为28的 Si峰.遇到这些情况应做具体的分析,首先应准备 尽可能干净的样品,或改变实验参数抑制某些种类 离子的产生.实际上,上述例子涉及的离子的质量还 是有区别的,使用高分辨的现代质谱仪可以将它们 区分开来.

4.1.1 二次离子质谱

固体内的原子(包括分子和团簇)如果离开固体并以离化状态进入质谱仪就可以确定其质量,并由此确定其原子种类或分子构成.如果离子是由入射离子束溅射引起的(见图16),则被称为二次离子,这样的谱分析方法就是二次离子质谱(secondary ion masss pectrometry *S*IMS).

二次离子质谱仪由一台溅射用离子枪和一台质



图 16 离子溅射固体表面引起光子、电子和二次离子的发射

谱仪构成.常用的离子枪的能量一般为几个 keV,使 用惰性气体源,这样的离子枪造价低,容易操作.这 种情况下,溅射产率基本在1这个量级,溅射产物中 离子的含量在1%左右,显然有时不能满足分析的 要求.考虑到溅射产物及产率强烈依赖于所用的离 子的性质,为了特定的目的,二次离子质谱仪常常装 备特殊的离子枪.为了增加某些材料特别是金属的 溅射产率,会使用腐蚀性气体如氧气,这样的离子枪 多为冷阴极结构.为了增加溅射产物中负离子的数 量,人们使用铯离子枪. 铯离子轰击固体表面会注入 到浅表层,大大减小表面的逸出功. 这样从表面上被 轰击出的大量二次电子就会显著增加负离子的数 量. 负离子的探测有利于把某个元素同材料中的其 他元素显著区分开来.

SIMS 的广泛应用招致更高的要求. 比如 SIMS 分析有机物薄膜时,这时研究人员关心的不是样品 中包含哪些元素,而是已知的碳氢氮等元素的结合 方式,即期望出射二次离子包含更多反映原始结构 的分子碎片. 现在人们使用金团簇离子和 C₆₀⁺离子 做有机材料的 SIMS 分析. 高能大离子大大提高了 二次离子中大分子量碎片的比重,但不以对表面造 成更严重的溅射损伤为代价.

SIMS 的探测灵敏度远高于 XPS ,AES 等电子谱

方法,可以很容易达到 1.0ppm. SIMS 的初级离子束 可以聚焦到 1 微米的大小,因此 SIMS 是一种微区分 析技术. 扫描初级离子束可以对材料表面元素分布 做二维成象,配合固体深度剖析甚至可以获得三维 成像. 今天 SIMS 技术痕量元素分析已广泛用于矿 物分析,半导体材料和半导体器件质量的在线检测 (这是为什么大部分 SIMS 谱仪安装在半导体生产 线上的原因)等等领域.



图 17 Cameca Ⅳ型飞行时间二次离子质谱仪

SIMS 的最大缺点是其数据特别难以量化,因此 做材料定量分析很不理想. 这是由于溅射存在基质 效应(matrix effect)造成的. 大家知道,元素在特定 材料中被某一能量的离子轰击,其溅射产率灵敏地 依赖于当时的局域环境,不太严格地说即局域组分. 但是,溅射效应,如择优溅射,离子轰击增强偏析等, 却会动态改变表面的组分. 即使采用标样比照,其误 差有时也是难以接受的.

4.1.2 溅射中性粒子质谱

溅射中性粒子质谱学(sputtered neutral mass spectrometry,SNMS)由德国的 H. Oechsner 和 W. Gerhard 两位科学家于 1972 年提出的. 不同于 SIMS 探测溅射产生的二次离子,SNMS 探测溅射产生的 中性粒子. 如中性粒子在进入质谱仪的途中经过光 场、电子气或等离子体,则其大部分会被离化,即发 生后离化过程. 后离化的粒子才被质谱仪探测,这样 探测效率会提高三个数量级之多,达到 1. 0ppb. 另 外,溅射产生的中性粒子对固体表面成分的依赖较 二次离子为弱,因此量化的可靠性得到改善. 其理论 基础是,当长程扩散不严重时,各类粒子溅射产率 (约99%为中性粒子)和在溅射达到平衡后材料的 体组分成正比的. 同 SIMS 相比,离化过程后推到粒 子脱离固体以后,离化效率仅依赖所用的后离化方 法,因而是可控的.因此可以想见,SNMS相较SIMS, 结构要复杂,多了一个后离化过程.使用激光的后离 化可以选择不同原子做共振离化;而使用等离子体 的后离化稳定性差一些,且操作太复杂.表面荷电不 影响中性粒子的出射,对SNMS来说电中和补偿不 是必须的.

4.2 离子散射谱

一束离子入射到固体表面,会和固体内的电子 与原子核发生强烈的相互作用,产生非常丰富的现 象.依赖于入射离子能量与具体的靶材,可能的现象 包括入射离子的散射、在固体内的注入(implantation)或通过(Channeling)穿过样品,固体中性原子 和二次离子的溅射,碰撞引起的电子和光子的发射, 等等.入射粒子的能量越大,散射截面越小,相互作 用的数学模型越简单.背散射的和透射的入射离子 会经历能量损失,分析离子数随能量的分布可以确 定靶材中原子的质量.这就是离子散射谱(ion scattering spectrometry,ISS)的原理.这类仪器的结构由 放置在真空室内的离子源、靶台和多道离子能量分 析器(有时要求是可移动的)构成.

ISS 可以获得样品的化学信息,一定条件下也 可以获得结构信息. 有关 ISS 结构分析的内容本文 不作介绍. 如果只从化学分析的角度来考虑 JSS 的 概念非常简单. 将一束一定能量的离子束(一般是 氦离子)照射到固体表面,在选定的方向上探测散 射的离子. 散射离子随能量的分布是由入射离子和 固体的强烈相互作用造成的,其中一些特征是由同 固体原子核的碰撞引起的,计算出该原子核的质量 就能判断样品的构成. ISS 原意是指能量很低的离 子散射谱 但现在则泛指所有能量的离子散射谱 包 括低能 LEISS 能量 < 10keV)、中等能量(MEISS 能 量为 10-20keV) 和高能(HEISS, 能量为 20-200keV)离子散射谱,甚至初始能量为 MeV 的卢瑟 福背散射谱. 各种 ISS 的原理、仪器结构和图谱基本 上是一样的,为了避免重复本文只详细介绍卢瑟福 背散射谱.

4.2.1 低能离子散射谱

低能离子受表面原子的散射非常强烈,平均自 由程短但中和速率高,对表面很灵敏,因此 LEISS 是 一种表面分析技术,它的缺点是多重散射使得散射 过程非常复杂.离子通过和表面原子的碰撞而损失 部分能量,能量损失直接依赖于散射原子的质量.从 表面以下原子层散射的原子还遭受另外的能量损 失,这同散射原子的深度有关.合适条件下,即便是 MEISS 也能做到单原子层分辨.

4.2.2 卢瑟福背散射谱

卢瑟福背散射谱(Rutherford backscattering spectrometry ,RSB)因最先确立原子核概念的物理学 家 Rutherforde 而得名.通过分析碰撞后探针离子随 能量的分布来分析固体表面层(深达几微米)的化 学成分.当一束高能粒子束(质子或α粒子)入射到 固体表面,大部分粒子会被捕获,一少部分粒子会和 原子核发生直接碰撞从固体表面背散射出去(见图 18).背散射粒子相对入射粒子的能量损失由碰撞 前,碰撞和碰撞后三部分构成.同电子碰撞以及和原 子核的小角散射是构成固体的制动能力(stopping power)的主要部分.



图 18 卢瑟福背散射谱仪示意图

能量为 MeV 的原子核之间的碰撞可以在经典 物理学的框架内处理. 运动学因子 γ 定义为碰撞前 后能量之比 则有

$$\gamma = 1 - \frac{2m_1m_2}{(m_1 + m_2)^2} (1 - \cos\theta), \quad (7)$$

其中 m₁、m₂ 是入射离子和固体中原子的质量 θ 是 入射粒子的散射角. 由式(7)可见,选择固定的散射 角,运动学因子是原子质量的敏感函数. 所以不同质 量的原子,当质量和入射粒子质量相去不远时,在 RBS 谱(背散射离子计数随能量的分布)上相距很 远. 在使用的能量范围内,散射截面(离子散射的强 烈程度)大致同原子核的质量平方成正比.

RBS 能提供定量的元素深度分布,它有以下特 点(1)能同时提供多种元素的深度分布,深度达1 毫米(2)是一种快速的、非破坏性分析方法,无需 样品制备(3)不受原子化学环境的影响,定量化不 需标样,可靠性高(4)高灵敏度.有报道称 Si 表面 上原子密度为 10¹¹/cm² 时都能够探测到.

图 19 是薄膜厚度分别为 230nm 和 590nm 的两 个 TaSi/Si 样品的 RBS 谱,可以用来说明 RBS 谱的 特征.首先,样品只有两种元素,对应谱上两个分立 的峰. Ta 原子量与入射离子相差较大,背散射离子 终态的能量也大,所以高能的那个峰是由 Ta 引起 的. 离子在散射前后还会遭遇非弹性散射造成的能 量损失 因此对应能量最高的那部分原子来自固体 表面 而元素分布越深 峰越宽. 来自 Si 衬底的散射 粒子遭遇更多的能量损失,且那里 Si 原子密度突然 变大 这在 RBS 谱上表现为在较大的能量损失的位 置上谱线的突然升高. 这样来自衬底和来自薄膜的 Si 原子很容易被区分开来. 元素特征峰的积分正比 于被探测原子的总数 则由 Ta 峰和 Si 峰(只计及薄 膜部分的贡献)可以计算出 TaSi 薄膜的组分. 实际 上 配合理论计算,如能把能量损失换算成深度,则 由 RBS 谱可以直接得到深度轮廓(depth profile).



5 扫描隧道谱

扫描隧道显微术(scanning tunneling microscopy STM)是扫描探针显微术(scanning probe microscopy SPM)家族的成员之一,自1982 年被发明以来 已被广泛应用于研究各种导体、半导体表面结构和 薄膜生长过程,人们甚至通过 STM 的原子操纵技术 构造纳米结构.STM 工作原理(图20)是量子隧穿效 应.当一个金属针尖靠近固体表面时,在给定偏压 V 的作用下(一般地小于10V),二者之间会出现隧穿 电流.隧穿电流 / 是针尖状态、固体表面电子态、偏 压和距离的复杂函数. 典型情况下当距离改变 0.1nm 时 隧穿电流会有一个数量级的改变,因此 STM 是一个对距离非常灵敏的探测技术,可以实现 原子分辨的空间分辨率. 沿固体表面移动针尖,固定 隧穿电流的大小而记录针尖距离的变化或控制针尖 到固体表面的距离而记录隧穿电流,就可以得到二 维的 STM 图像. 需要指出的是,STM 获得的图像并 非直接表达表面上的原子分布. STM 图像的解释需 要理论计算的支持. 由于隧穿电流涉及的电子态处 于固体费米能级附近,几乎不具有可用作辨识原子 的特征,因而长期以来 STM 未能辨识原子一直是其 一大遗憾.



图 20 STM 工作原理示意图

在研究 STM 用做元素分析的可能性方面,人们 做了大量艰苦细致的工作.研究表明,在某些特定的 条件下,STM 图像能够提供元素的信息,但却不那 么直观,需要大量的探索,有时并需要理论计算或其 他手段的配和.可以想见,STM 元素分析能够达到 其他技术无可比拟的空间分辨率.这里我们不作详 细的讨论,而只借助两个例子给以简单的描述.

在半导体表面附近上的原子,其费米能级附近 电子态的空间分布在不同原子(包括不同类的原子 和处于不同几何位置的同种原子)的周围差别是很 大的,是局域化的,因此在特定的偏压下其隧穿电流 衬度是明显的,可以用来区分原子.图 21 是偏压为 +2.0V 时用电流恒定模式获得的 A1 吸附在 Si (111)表面上的 STM 形貌像.由于所选偏压增强了 Si 的断键轨道,从而形成了 Si 原子和 A1 原子强烈 的对比.亮点来自 Si 原子, 暗点来自 A1 原子(图中 S 所示位置),更暗的区域(图中用 V 标识的地方)则 是由 Si 空位造成的.

与半导体相比,金属原子的价电子是非局域的 s,p态的电子,但相应的表面态或共振态可用作 STM成像从而实现元素的辨识.图22给出偏压为

· 376 ·



图 21 Al 在 Si(111)表面上的 STM 貌图. 偏压为 + 2.0V

+5.0V 时,对应 n = 1 的 Cu 在 Mo(110)镜像共振 态,得到的 Cu 生长在 Mo(110)邻接面的 STM 图像, Cu 表现为台阶边上的亮条纹.虽然这时的空间分辨 率降为约 1nm,但这足以为研究金属在单晶金属面 上的生长模式提供结论性的信息.



图 22 Cu 在 Mo(110)表面上的 STM 形貌图偏压为+5.0V

STM 的一个功能是能够在表面上定点做扫描 隧道谱(scanning tunneling spectroscopy,STS)分析. 给定针尖到表面的距离,扫描偏压并记录隧穿电流, 作为一级近似,量 d($\ln I$)/d($\ln V$)可看作是样品表 面的局域态密度.扫描偏压从正值到负值,则 d($\ln I$)/d($\ln V$)给出该点费米能级附近从空态到占 据态的态密度.态密度是表面上元素种类、同一种元 素原子的不同占位,甚至分子的形状的一个非常敏 感的函数.只有当确信某些态密度的衬度是由不同 元素的原子引起的时,STS 才有可能区分不同的原 子.这种技术难度较高,具体分析时情况比较复杂, 这里不做详细介绍.

强调一下,即使 STM 能够分辨元素,它也是非 常间接的方法,且只能探测到样品最外层的原子.因 此,它不是常规意义下的化学分析方法.

6 结束语

上文简单介绍了一些用于化学分析的常见的物 理方法.由于时间和作者水平所限,不得不忽略许多 其他的诸如红外谱、拉曼谱、ICP光谱法等分析方 法,尤其非常遗憾的是故意忽略了许多方法分析微 结构的功能.因此,特别提醒读者尤其是年轻的研究 生朋友们,本文涉及的每一种分析方法其原理、仪器 和具体的应用都包涵丰富的物理内容,每一种方法 的一个方面(比如四极质谱仪的设计)都足以称得 上一本厚厚的专著,也确实都有这样的专著.每一种 方法应用的产出,都端赖研究者本人在这方面的知 识的深度与广度.虽然许多方法已经非常成熟,但材 料化学分析方法一直是一个不断丰富自己,不断产 出新思想的科学领域.随着相关学科的发展和要求 的提高,各种分析方法都在不断改进和提高其分析 能力,不断扩展其应用范围.

参考文献

- [1] Ley L, Cardona M eds. Photoemission in Solids. Berlin : Spriner-Verlag ,1979
- [2] Wiesendanger R ed. Scanning Probe Microscopy. Berlin : Springer 1998
- [3] Behrisch R ed. Sputtering by Particle Bombardment. Berlin : Springer ,1983
- [4] Ertl G. Low Energy Electrons and Surface Chemistry. Weinheim : VCH , 1985
- [5] Briggs D , Seah M P eds. Practical Surface Analysis. Weinheim : Wiley ,1992
- [6] Guetz G, Gaertner K eds. High Energy Ion Beam Analysis of Solids. Berlin :Akademie-Verlag ,1980
- [7] Fuggle J C, Inglesfield J E eds. Unoccupied Electronic States.
 Berlin : Springer-Verlag ,1992

(全文完)