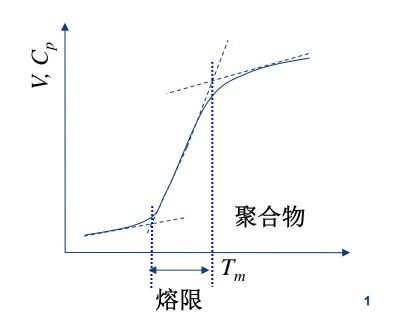
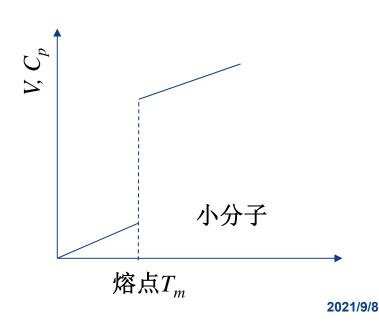
第四节结晶聚合物的熔融和熔点

- 一. 结晶聚合物的熔融特征和熔点测定
- 1. 结晶聚合物的熔融过程

高聚物熔化和低分子熔化异同:

相似点:都有某种热力学函数的突变。

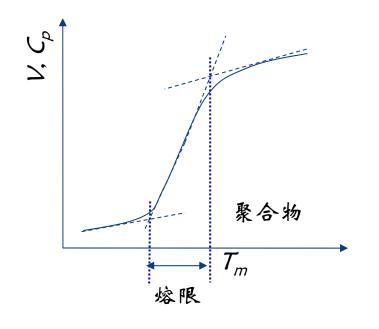


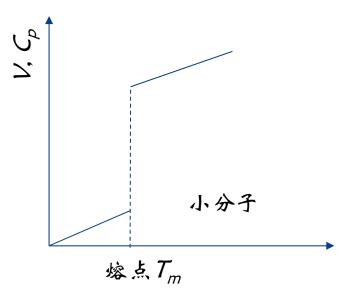


区别:

①低分子晶体: 熔点几乎是一个常数;

结晶高聚物:熔化发生在一个较宽的温度范围内(熔限)熔限终点对应的温度叫熔点



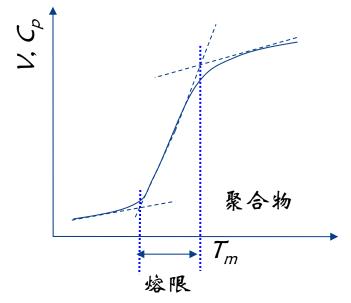


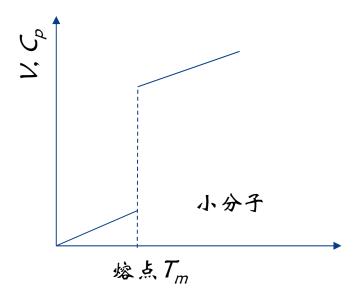
区别:

②低分子晶体:在熔化过程中温度不变;

结晶高聚物:在熔限范围内,边熔化边升温。

原因:结晶高聚物中含有完善程度不同的晶体,不完善的晶体在较低的温度下熔化,完善的晶体在较高的温度下熔化,因而有一个温度范围。





区别:

③低分子: 反复熔化和结晶,熔点固定; 结晶高聚物:熔点和熔限都受结晶温度的影响: 结晶温度低,熔限宽,熔点低 结晶温度高,熔限窄,熔点高

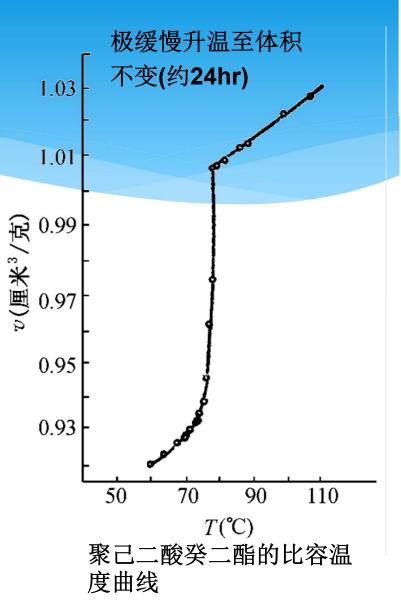
较低温度下结晶:分子链活动能力不强,形成的晶体较不完善,完善程度差别大,在较低温度下就易被破坏,所以熔点低,熔限也宽;

较高温度下结晶:分子链活动性大,排列好,形成晶体较完善,完善程度差别也小,所以熔点高,熔限窄。

缓慢升温下,不完善晶体再结晶为较完善晶体,而完善晶体 在较高温度和较窄温度范围内 被熔融。

熔融时晶格解体,从长程有序 转变为短程有序,这时的热力 学函数如焓、熵和体积等发生 不连续变化。

结晶高聚物的熔融本质上属于 热力学一级相转变



2021/9/8

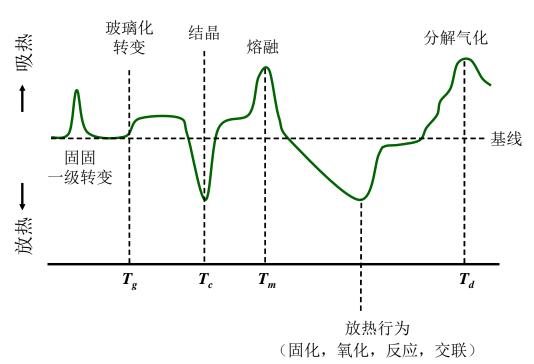
5

2. 熔点的测试方法

原则上讲,结晶熔融时发生不连续变化的各种物理性质,如密度、折光指数、比点、比容、折射率和近光性等,都可以用来测定熔点。

测定熔融过程中这些物理性质随温度的变化,转折处的温度就是熔点

最常用的方法是DSC



二. 影响聚合物熔点的因素

聚合物熔融的过程是热力学平衡过程,熔融自由能:

$$\Delta G_m = \Delta H_m - T_m \Delta S_m = 0$$

$$\Rightarrow T_m = \frac{\Delta H_m}{\Delta S_m}$$

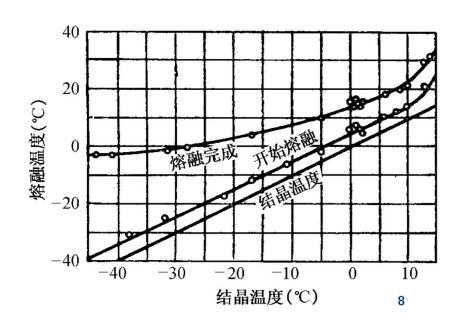
与分子间作用力有关,分子间 作用力越大,熔融焓越大

与分子链柔顺性有关,柔性越 大,熔融熵越大

1.结晶温度(crystallization temperature)

结晶温度的高低影响高分子链的运动能力,从而影响它们排入晶格时的状态。

结晶温度低时,分子链活动受阻,形成的晶体不完善,不同晶粒之间的完善程度差别也大,所以熔点下降,熔限增宽。结晶温度越高,结晶越完善,熔点越高,熔限越窄

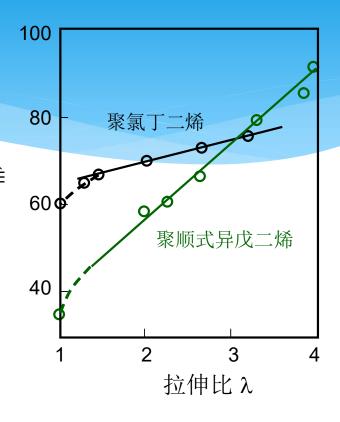


淬火通常使结晶高聚物 的熔点下降和熔限增大, 而退火处理则相反。

2. 按伸

为了提高纤维强度,纤维的生产 过程中通常要拉伸。拉伸一方面 提高结晶度,另一方面提高熔点。

原因: 拉伸使分子链在结晶之前 取向排列, 微观状态数减小, 拉 伸后的分子链结晶时Δ5m变小, 有利于熔点提高。



3.压力

压力下结晶可以增加伸直链结构,使晶片变厚,晶体的完善性提高,有利于提高熔点,最大可升高100°C。

4.晶片厚度

结晶完善的角度:厚度增加意味着结晶更完善,从而熔点上升。

$$T_{\rm m}$$
与晶片厚度d的关系 $T_{\rm m} = T_{\rm m}^0 (1 - \frac{2\sigma_e}{d \cdot \Delta h})$

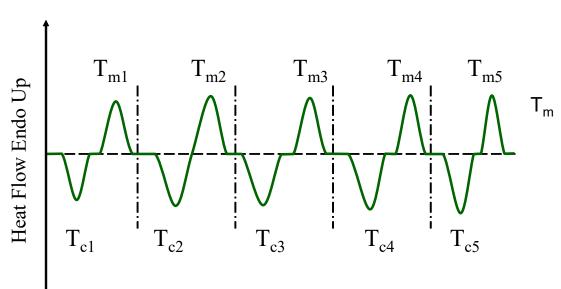
d: 晶片厚度; σ_{e} : 晶片表面能; Δh : 晶片单位面积的熔融热 7^{0}_{m} 晶片厚度为无穷大的熔点,常称为平衡熔点,远高于实际样品测定的熔点

d越小,结晶越不完善, $T_{\rm m}$ 越低。 $d \rightarrow \infty$ 时,晶体趋于非常完善, $T_{\rm m} \rightarrow T_{\rm m}$

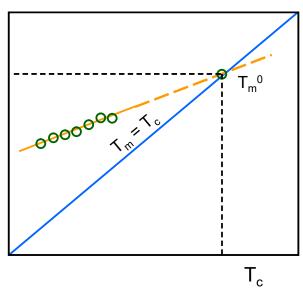
平衡熔点的测定方法

① Hoffman-Weeks作图法

思路:结晶温度越高,晶片越厚,越接近平衡态,熔点越高,与平衡熔点的距离越小,两个温度合二而一的温度就是平衡熔点



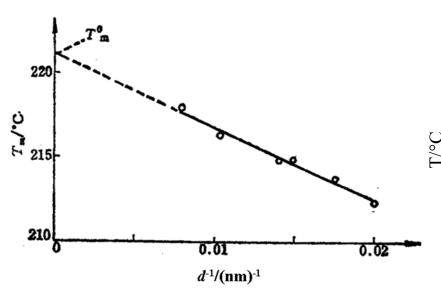
测定不同结晶温度样品的熔点



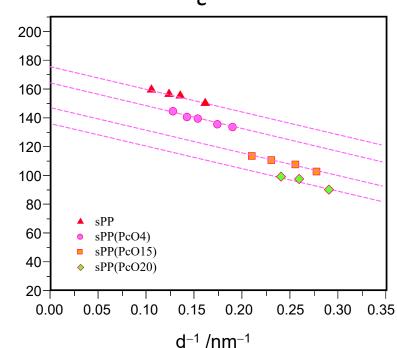
以 $T_{\rm m}$ 对 $T_{\rm c}$ 作图,外推与 $T_{\rm m} = T_{\rm c}$ 线相交

②晶片厚度外推法

用1/d对 T_m 作图,可得一条直线,通过直线外推,从截距可求出高聚物的平衡熔点,由斜率求得表面能 σ_e



聚三氟氯乙烯结晶的 $1/d \sim T_m$ 图



 $T_m^0 = \frac{\Delta H^0}{\Delta S^0}$

③热力学函数计算

查表:

5.杂质

使熔点下降。加入聚合物中的各种助剂、稀释剂、溶剂以及分子链的末端均看做杂质,造成熔点的降低符合以下规律:

①对各种低分子稀释剂

(包括增塑剂、未聚合单体及其它可溶性添加剂)

 $\stackrel{\sim}{V_1}$: 小分子稀释剂的摩尔体积;

₩:小分子稀释剂的体积分数。

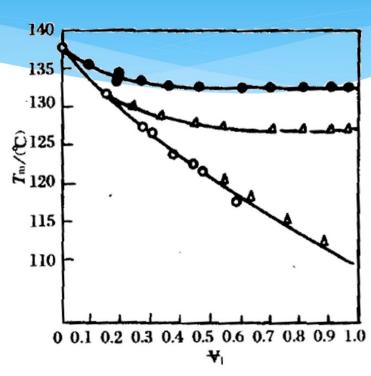
 $\Delta H_{\rm u}$:表示高分子链重复单元的摩尔熔融热。

$$\frac{1}{T_m} - \frac{1}{T_m^0} = \frac{R}{\Delta H_u} \cdot \frac{\tilde{V_u}}{\tilde{V_1}} (V_1 - \chi_1 V_1^2)$$

χ₁: 高分子与稀释剂的相互作 用参数。

溶解性好的稀释剂 χ_1 可为负值, 溶解能力下降, χ_1 增大。

稀释剂的溶解性越好, XI越小, 熔点下降得越多。



聚乙烯-稀释剂体系关系曲线 稀释剂: ●邻苯二甲酸丁酯; Δ邻硝基甲苯; ○四氢萘

②对分子链末端

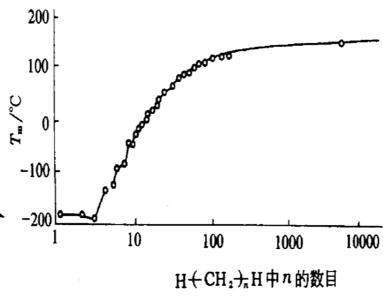
链端也可以当作杂质,而分子量对熔点的影响有时也可以看作是杂质(端基)的影响,

$$\frac{1}{T_m} - \frac{1}{T_m^0} = \frac{R}{\Delta H_u} \cdot \frac{2}{P_n}$$
 which is a significant significant with the property of

分子量小时:端基浓度大,T_m低

分子量越大: Tm越高

当分子量大到某一临近值时,链末 -100 端效应可以忽略不计,此后 T_m 与分 -200 子量无关, T_m 趋于平衡值。



6. 共聚结构

当结晶聚合物的单体(A)和另一单体(B)共聚时,如果单体(B)本身不能结晶,或者本身虽能结晶,但不能排入原结晶聚合物的晶格中,形不成共晶,结晶熔点 T_m 与原结晶聚合物的平衡熔点的关系:

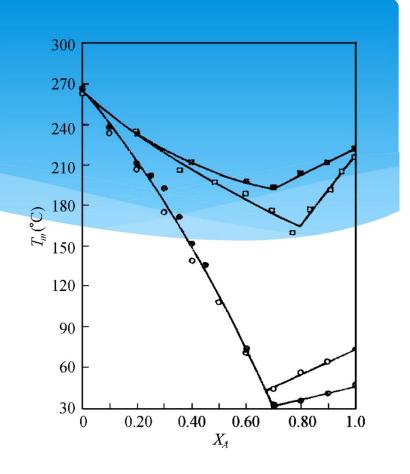
$$\frac{1}{T_m} - \frac{1}{T_m^0} = -\frac{R}{\Delta H_u} \cdot \ln P$$

ΔH_u是每摩尔重复单元的熔融热。 P:代表共聚物中结晶单元持续增长的几率。

无规共聚物: $P \equiv X_A$,就是结晶单元(A)的摩尔分数

$$\frac{1}{T_m} - \frac{1}{T_m^0} = -\frac{R}{\Delta H_u} \cdot \ln x_A$$

- * 共聚单元含量增加,熔点下降, 直到一个恰当的组成,这时共 聚物的两个组分的熔点相同, 到达低共熔点。
- * 无规共聚物的熔限比相应均聚 物或嵌段共聚物宽。



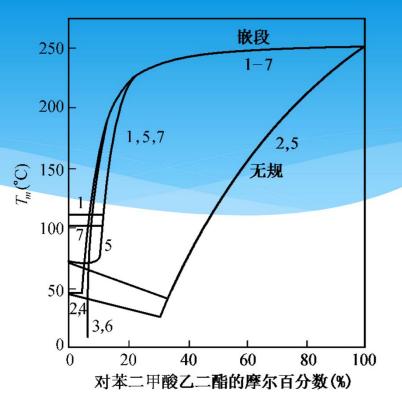
典型无规共聚酯、共聚酰胺的熔点与组成关系 黑圆圈 对苯二甲酸和己二酸与乙二醇的共聚物; 圆圈 对苯二甲酸和癸二酸与乙二醇的共聚物; 黑方块 己二酸和癸二酸与己二胺的共聚物; 方块 己二酸和己二胺与己内酰胺的共聚物

嵌段共聚物: $P>>X_A$,有时甚至P→1熔点只有轻微下降。

嵌段或接枝共聚,如果各自的链段足够长,可出现代表各自链段晶体的两个结晶熔点,但它们比各自纯高聚物晶体熔点低。

交替共聚物: $P << x_A$, $P \rightarrow 0$, 熔点将发生急剧下降。

因此具有相同组成的共聚物,不 同的序列分布, 其熔点有很多差 别。



聚对苯二甲酸乙二酯的几种嵌段共聚物的 熔点组成关系

1.聚丁二酸乙二酯; 2.聚己二酸乙二酯;

3.聚己二酸二甘醇酯; 4.聚壬二酸乙二酯;

5.聚癸二酸乙二酯; 6.聚邻苯二甲酸乙二酯; 7.聚间苯二甲酸乙二酯

7.分子链结构

$$T_m = \frac{\Delta H_m}{\Delta S_m}$$

熔融熵 ΔS_m 为熔融前后分子混乱程度的变化,与分子间链柔顺性有关。分子链的柔顺性越大,融化后的构象数越多,则融化过程中的 ΔS_m 越大,则 T_m 越低

熔融热焓 $\Delta H_{\rm m}$ 与分子间作用力强弱有关。如果分子间的相互作用越强,则熔融过程中的 $\Delta H_{\rm m}$ 越大, $T_{\rm m}$ 越高。

要提高熔点有两条途径:

- * 分子链的柔顺性 \downarrow , $\Delta S_{\rm m} \downarrow$, $T_{\rm m} \uparrow$
- * 分之间相互作用 $^{\uparrow}$, $\Delta H_{\rm m}$ $^{\uparrow}$, $T_{\rm m}$ $^{\uparrow}$

(1) 增加分子间作用力,使ΔH_m增加 (内聚能ΔΕ=ΔH-RT, ΔΕ↑, ΔΗ↑)

基本原则

A、主链上引入极性基团

如:主链上可以引入以下基团,形成氢键使分子间作用力大幅度增加

* 酰胺

酰亚胺

* 酰基甲酸酯

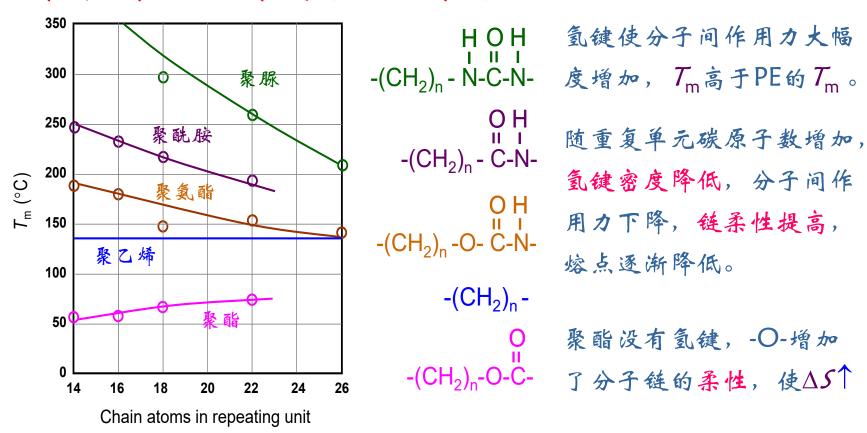
脲

(a) 随重复单元长度的增加, 熔点接近PE的熔点

重复单元中主链碳原子数相同时,熔点顺序:

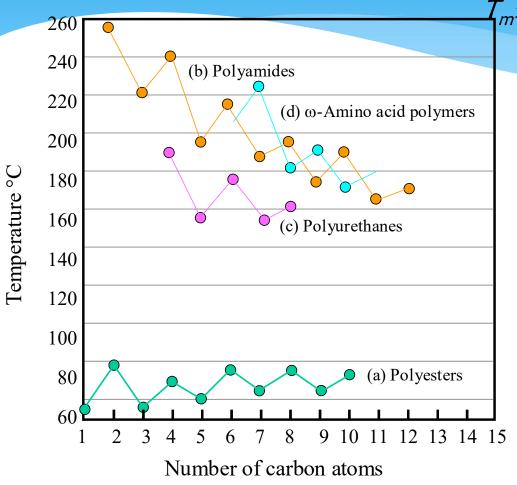
聚脲>聚酰胺>聚氨酯>PE>聚酯

脂肪族同系聚合物熔点的变化趋势



21

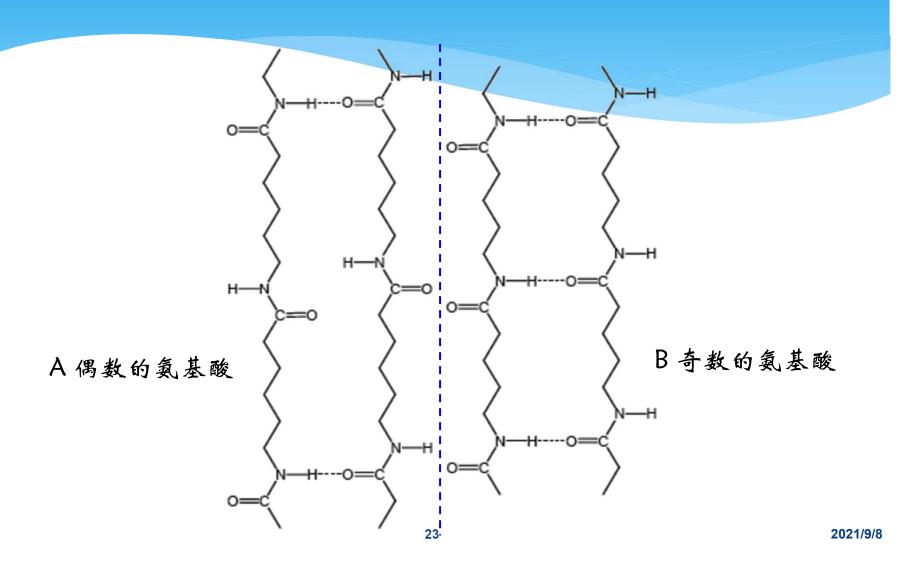
(b) 熔点随重复单元长度的变化呈锯齿形变化



Tm对极性基团间碳原子数的依赖性

- (a) 与癸二醇形成聚酯的二 元酸碳原子数;
- (b) 与癸二酸形成聚酰胺的 二元胺碳原子数;
- (c) 与丁二醇形成聚氨酯的 二异氰酸碳原子数;
- (d) 聚ω氨基酸中ω氨基酸 的碳原子数

对于ω-氨基酸,偶数碳原子的熔点比奇数的低,因为偶数碳原子时形成半数氢键,奇数碳原子时可形成全部的氢键。



对于二元酸和二元胺缩高聚物,两者均为偶数则能全部形成氢键,两者均为奇数或偶酸奇胺则只能形成部分氢键,故后者熔点低。

B.侧链上引入极性基团

—OH、—NH₂、—CN、—NO₂、—CF₃等极性基团,可使分子问作用力增加,使熔点升高。 含有这些基团的高聚物的熔点都比聚乙烯高。

例如:

Tm: 137° C < 176 < 227 < 317

取代基极性增大,分子间力增大,Tm增大。

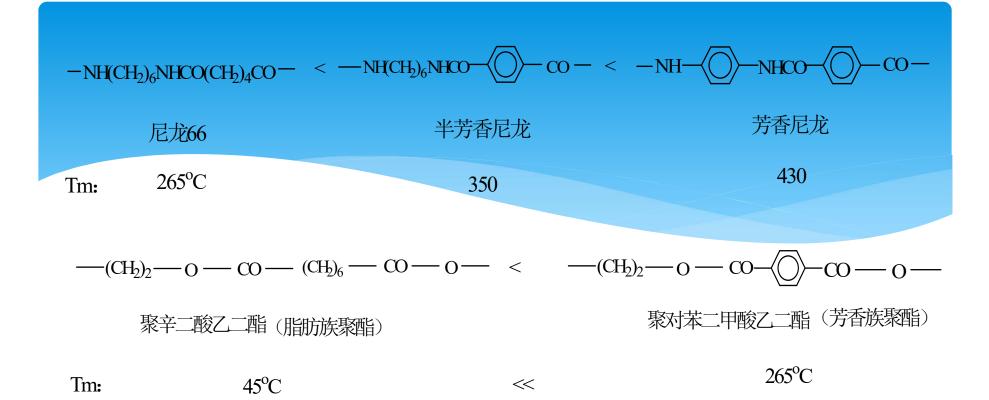
(2)增加分子链的刚性, 使 $\Delta 5$ 降低。

基本原则

A.主链上引入共轭双键, 氢键或环状结构。

$$+CH_2-CH_2+ CH_2+ CH_$$

Tm: 137° C 375



可见主链上的苯环能特别有效地使链变僵硬,刚性增强,使结晶 $\text{H}\Delta S$ 减小, T_{m} 增大,远高于对应的饱和脂肪链聚合物。如主链中引入醚键、孤立双键等基团,分子链的柔顺性增加,使 T_{m} 下降,通常比聚乙烯低。

B.侧链上引入庞大而刚性的侧基 体积越大,则性越大,熔点越高。

$$\left(\begin{array}{c} \leftarrow \text{CH}_2 \longrightarrow \text{CH$$

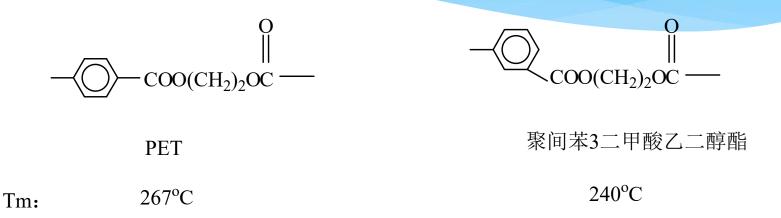
叔丁基是个大而刚性的单元,位阻很大,使高分子主链僵化, $T_{\rm m}$ 提高

如果侧基柔顺,使晶体结构变的松散,则高聚物的熔点下降。

Tm:

C. 增加分子链的对称性和规整性

具有分子链对称性和规整性的聚合物,在熔融过程所发生的 ΔS 变化相对地较小,故具有较高的 $T_{\rm m}$ 。



对位芳族高聚物的熔点比相应的间位芳族的高。

原因:对称的缘故,对位基旋转180度,使构象不变, ΔS 减小,所以 $T_{\rm m}$ 高;问位基转动后构象改变, ΔS 大,所以 $T_{\rm m}$ 低。

PTFE由于高度对称,结晶能力很强,又由于F的电负性很强,F原子之间 F力大,所以高分子链是刚性的,故 $T_{\rm m}$ 高,为327 $^{\circ}$ C。

 $T_{\rm m} > T_{\rm d}$ (分解温度,250℃时开始分解,450℃时明显分解),因此PTFE在温度已达到分解温度时,还不能使之流动,所以不能用热塑性塑料的方法进行加工(只能用烧结的办法)。

等规PP的分子链在晶格中呈螺旋状构象,在熔融状态时仍能保持这种构象,因而熔融熵较小,故熔点较高。

拘型:顺式 $T_m < 反式 T_m$

$$-(CH_2-CH=C-CH_2)$$

$$CH_3$$

顺式: T_m=28℃ (天然橡胶)

反式: $T_m = 74$ °C (不能作橡胶)

Kevlar fiber - 成功的范例 (芳香尼龙)

聚对苯二甲酰对苯二胺(PPTA)

$$- \begin{bmatrix} 0 & & & & \\ & &$$

$$\uparrow T_m = \frac{DH_m}{DS_m}$$

可形成氢键 △H_m增加 含苯撑结构,使链旋转能力降低, ΔS_m 减小

$$T_m = 500 \, {}^{\circ}C$$

聚间苯二甲酰间苯二胺的Tm仅为430℃

思考与讨论

1. 如何理解聚乙烯熔融时的热焓变化值比聚四氟乙烯高,而熔点比聚四氟乙烯低。

(聚乙烯的△H=728cal/mol)