# 第四节 聚合物的力学强度

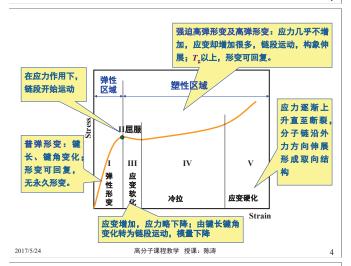
# 一、概述

非极限范围内的小形变:用模量来表示形变特性 极限范围内的大形变:用应力~应变曲线来反映 大多采用拉伸方式进行应力-应变试验,以给定的应变速率对 试样施加负荷,直到试样断裂。

材料所受外力超过承受的能力, 材料就要发生破坏, 机械强 度就是材料抵抗外力破坏的能力,是材料力学性能的重要指 标。对于各种不同的破坏力,则有不同的强度指标,如拉伸、 压缩、弯曲、剪切、冲击等强度。

2017/5/24

高分子课程教学 授课: 陈涛



序号	1	2	3	4	5
类型	硬而脆	硬而强	硬而韧	软而韧	软而弱
曲线	/				
模量	高	高	高	低	低
拉伸强度	中	高	高	中	低
断裂伸长率	小	中	大	很大	中
断裂能	小	中	大	大	小
实例	PS PMMA 酚醛树脂	硬PVC AS	PC ABS HDPE	硫化橡胶 软PVC	未硫化橡胶 齐聚物

软~硬: 模量 强~弱: 拉伸强度 韧~脆: 断裂能

# 二. 聚合物的拉伸强度和拉伸过程

# 1. 拉伸强度

也称抗张强度,在规定温度、湿度、拉伸速率下,哑铃形标准 式样断裂时,单位面积所承受的最大负荷。

$$\sigma_t = \frac{P_m}{bd} = \frac{P_m}{A_0}$$

 $P_{m}$ : 断裂前试样承受的最大载荷;

b、d 随试样伸长减小。由于达到最大载 荷时测量不方便,一般用起始横截面积  $A_0$  计算拉伸强度。

高分子课程教学

2017/5/24

授课: 陈涛

か试样変換 试样厚度d.

应力-应变曲线反映的材料力学性质

力学参量	力学性质
弹性模量/杨氏模量	刚性(软/硬)
屈服应力/断裂应力 (或断裂强度、抗拉强度)	强度(强/弱)
伸长率/曲线下部面积	韧性(韧/脆)
屈服点	弹性
断裂伸长	延性
弹性线下部的面积	回弹性

2017/5/24

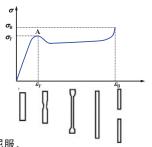
高分子课程教学 授课, 陈洁

# 3. 缩颈现象

大多数聚合物在适宜温度与拉伸速率下冷拉都会出现局部变

细,形成细颈,称为缩颈现象。

细颈和非细颈部分截面积分 别维持不变,而细颈部分不 断扩展, 非细颈部分逐渐缩 短,直到整个试样完全变细。



#### 原因:

a.试样中部承受较高应力而先屈服,

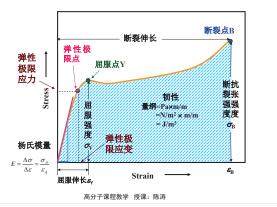
b.存在薄弱点, 使屈服应力降低, 低应力下先屈服

2017/5/24

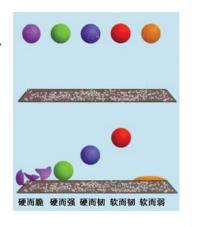
高分子课程教学 授课: 陈涛

# 2.应力-应变曲线

记录拉伸过程中式样所受应力与产生的形变



根据高聚物材料的拉伸应 力一应变曲线的杨氏模量、 屈服点、伸长率的大小及 其断裂强度等情况,大致 可把非晶态高聚物的拉伸 行为分为五种类型:



2017/5/24

2017/5/24

高分子课程教学 授课: 陈涛

# 三. 脆性断裂与韧性断裂

材料破坏有二种方式



高聚物材料的最大优点是其内在的韧性, 在断裂前能吸收 大量的能量, 脆性断裂是工程上必须尽量避免的。

2017/5/24 高分子课程教学 授课,陈洁

2017/5/24

高分子课程教学 授课,陈洁

# 1. 脆化温度 $T_{\rm h}$

在一定温度或应变速率下,材料的断裂应力和屈服应力随应 变速率提高而增加, 或随温度升高而下降, 但屈服应力对拉 伸应变速率及温度的变化更为敏感。在外界条件一定时, 当 外加应力首先达到较低的值时, 材料就会发生断裂或屈服。





 $\sigma_{v} = \sigma_{n}$ 时的温度,即发生脆性断裂的最高温度,是脆性断裂与 韧性断裂的分界线及塑料最低使用温度, 称为脆化温度。

B. 拉伸速率的影响

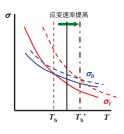
根据时温等效原理:

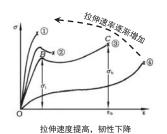
拉伸速率┃相当于温度┃

断裂应力和屈服应力提高

断裂伸长率降低

脆化温度提高





2017/5/24

高分子课程教学 授课: 陈涛

# (3)低温次级转变

韧性聚合物: 存在显著低温次级转变,

如PC、PTFE、PE、PVC

脆性聚合物: 无低温次级转变

如PS、PMMA

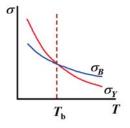
但不绝对,某些存在低温次级转变的聚合物,如聚苯醚、聚 甲基丙烯酸环己酯, 仍然发生脆性断裂

# 2. 断裂方式的影响因素

### (1)拉伸条件的影响

A.温度的影响

 $T > T_b$ 时,  $\sigma_B > \sigma_Y$ , 韧性断裂; 温度降低,  $\sigma_v$ 升高比 $\sigma_R$ 快;  $T < T_{\rm b}$ 时, $\sigma_{\rm B} < \sigma_{\rm V}$ ,脆性断裂。



2017/5/24

10

13

高分子课程教学 授课, 陈洁

11

#### C. 受力方式的影响

冲击时脆性断裂, 低速拉伸时可能转变成韧性断裂, 剪切和压 缩下更易韧性断裂

#### D.材料缺口的影响

材料上的缺口(产生应力集中)将增加其脆性断裂的机会,或 使断裂由韧性转变为脆性。

2017/5/24

高分子课程教学 授课, 陈洁

14

17

# 四. 强(受)迫高弹形变

# 1.概念

玻璃态高聚物下在大外力作用下发生的大形变, 其本质与橡 胶的高弹形变一样,是由卷曲高分子链在外力拉伸下伸直引 起的形变,但表现的形式却有差别:

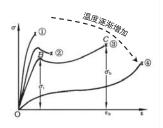
在试样断裂前如果停止拉伸,除去外力,玻璃态下链段运动 被冻结,试样的大形变无法回复。一旦温度升高到 $T_a$ 以上时, 链段开始运动, 形变才得以回复。

诵常称为强迫高弹形变。

2017/5/24

①当 $T << T_{\sigma}$ ,应力随应变线性增 加,直至发生脆性断裂,形 变小, 断裂伸长率<10%;

② $T < T_g$ , 出现屈服, 应变软化, 但由于温度仍然较低,继续 拉伸, 试样仍然在较小应变 (不超过20%)处发生断裂



③ $T < T_\sigma (T_\sigma)$ 以下十几度),发生韧性断裂,应变较大,部分材料 可达到1000%;

 $\P T > T_g$ ,进入高弹态,在不大的应力下产生高弹形变,曲线不 再出现屈服点, 而呈现一段较长的平台。

2017/5/24

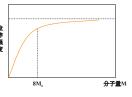
高分子课程教学 授课: 陈涛

12

## (2)聚合物结构的影响

A.分子量: 分子量增加韧性提高

B.分子取向: 沿取向方向的拉伸韧 🖁 性提高,与取向垂直的方向上拉 伸韧性降低,冲击强度提高



C.侧基: 刚性侧基使材料屈服应力和脆性断裂应力提高,柔 性侧基使之降低。无明显规律

D.交联: 提高屈服应力, 脆断应力影响不大, 使脆化温度提 高, 随交联密度增大, 脆性增大

E.增塑: 屈服应力降低比脆断应力快, 可提高韧性

2017/5/24

高分子课程教学 授课: 陈涛

15

# 2.玻璃态聚合物发生强迫高弹形变的主要条件

#### 外部条件

- ①断裂应力>屈服应力( $\sigma_{R} > \sigma_{V}$ )。若 $\sigma_{R} < \sigma_{V}$ ,材料没有发生强 迫高弹形变即被拉断:
- ②温度在 $T_{\rm h} \sim T_{\rm g}$ 之间。温度太低, $\sigma_{\rm R} < \sigma_{\rm V}$ ,发生强迫高弹形 变前就脆性断裂;
- ③ $T_{b}$ 与 $T_{a}$ 值间有一定间隔。
- ④一定的应力。使链段运动的松弛时间减少至与拉伸速度 相话应:
- ⑤一定的拉伸速度。太快,强迫高弹形变来不及发展,太 慢, 出现粘性流动。

2017/5/24

高分子课程教学 授课: 陈涛

2017/5/24

高分子课程教学 授课,陈洁

高分子课程教学 授课, 陈洁

#### 结构条件:

分子链柔性大,玻璃态下堆砌紧密,链段运动困难,需大 外力才能运动, $T_b$ 与 $T_a$ 很接近,甚至超过材料强度,发生 脆性断裂。

刚性太大,链段不能运动,不出现强迫高弹形变,发生脆 性断裂。

分子量小与链柔性大效果类似。

2017/5/24

高分子课程教学 授课: 陈涛

19

2017/5/24

高分子课程教学 授课: 陈涛

20

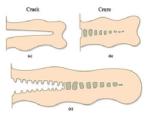


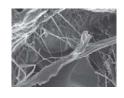
2017/5/24

# (2)银纹的特点

①不是裂缝(Crack)

裂缝是空的,而银纹内部含有体积分数为40~60%、伸长 率50~60%的取向链(微纤或银纹质)联系两银纹面。





银纹进一步发展,以至于微纤断裂时,就成为裂缝。

高分子课程教学 授课: 陈涛

3. 结晶高聚物的拉伸

晶态聚合物从玻璃化温度到接近熔点的温度范围内都可以冷 拉成颈,外力除去后,升温到接近熔点,形变部分回复。

分子机理: 发热软化理论

外力→缩径区分子链取向→构象熵 S 减小,  $\Delta S < 0$  放热→缩径 区附近温度↑→屈服强度↓→容易变形使缩径进一步扩大

伴随聚集态的变化: 冷拉时晶片倾斜、滑移、 转动, 晶粒重排取向, 再 结晶形成微晶或微纤束

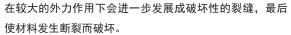
- 1.什么是拉伸强度?
- 2.解释应变软化和应变硬化现象。
- 3.由应力-应变曲线可以得到哪些力学性能?
- 4.从分子运动观点解释聚合物的应力-应变曲线。
- 5.什么是聚合物的强迫高弹形变? 其本质是什么?
- 6.试比较结晶高聚物与玻璃态高聚物的拉伸行为。
- 7.什么是脆化温度?

2017/5/24

高分子课程教学 授课: 陈涛

23

- ②长度方向与外力垂直,银纹质呈束 状或片状, 沿外力方向高度取向。 银纹平面垂直于张应力方向
- ③银纹仍有模量、约为本体的3~25%。 不一定引起断裂和破坏。



- ④银纹具有可逆性,在压力下或在 $T_a$ 以上退火时,能回缩和 愈合, 回复均一状态。裂缝不具有可逆性。
- ⑤存在一个产生银纹的最低临界应力和最低临界伸长率。临 界应力随温度增加线性降低, 临界应力以下不会产生银纹。

高分子课程教学 授课: 陈涛

# 4. 结晶高聚物与玻璃态高聚物拉伸行为的比较

- (1)都经历弹性形变, 屈服("成颈")、发展大形变、以及"应 变硬化"等阶段。
- (2)大形变均为高弹形变,通常统称为"冷拉"。断裂前的大 形变在室温下都不能自发回复。
- (3)非晶态高聚物的冷拉范围为:  $T_b \sim T_g$  以上形变回复; 结晶高聚物为:  $T_a \sim T_m$ , 接近 $T_m$ 形变部分回复
- (4)非晶态聚合物拉伸过程中只发生链的取向,不发生相变, 而晶态聚合物主要是结晶的破坏、变形、滑移、取向和重 结晶。

2017/5/24

高分子课程教学 授课: 陈涛

21

# 五. 聚合物的塑性形变

非晶玻璃态聚合物发生0.5%形变,呈现局部形变或银纹,发 展成裂缝后脆性断裂,或屈服形成剪切带,发生韧性断裂。

即: 脆性断裂中形成银纹; 韧性断裂中形成剪切带

## 1. 银纹(craze)

# (1) 现象

在张应力作用下,垂直于应力方向上出现微 细的空化条纹状。由于密度和折光指数差异, 光在条纹与本体的界面上全反射, 呈银色的 光亮条纹, 是高分子材料特有的现象。



2017/5/24

高分子课程教学 授课: 陈涛

#### (3)引起银纹的原因

基本原因有两种:

# A.力学因素

张应力的存在容易造成银纹, 而纯 压缩力不产生银纹。

在取向方向上较难产生银纹,但在 垂直于取向方向上易产生银纹。



杂质、缺陷易导致应力集中, 使材料在内应力下于储存或使 用过程中产生银纹。

2017/5/24

高分子课程教学 授课, 陈洁

2017/5/24

25

2017/5/24

#### B.环境因素

与环境因素有关而产生的银纹称为环境应力银纹。

环境因素诱发银纹与材料的内应力有关。银纹的分布通常呈 不规则排列。

根据环境因素的不同,环境应力银纹主要有:

- (1) 溶剂银纹,可能是由于溶剂溶胀高聚物表面而造成局部  $T_a$ 降低或导致结晶引起的;
- (2) 非溶剂银纹,由于表面活性物质如醇、润湿剂等的浸润 作用,降低了银纹表面能,加速对裂纹的扩展;
- (3) 热、氧化应力裂纹,由于温度或氧化等作用使高聚物内 部结构改变而引起。

2017/5/24

高分子课程教学 授课: 陈涛

28

# 3.银纹与剪切带的相互作用

- 一定条件下, 银纹与剪切带的形成可以同时发生, 相互间也 能发生相互作用:
- ▶银纹与银纹相遇时,会使银纹转向或支化;
- ▶银纹与剪切带相遇,剪切带内高度取向的分子链使银纹 终止:
- ▶银纹前锋的应力集中引发剪切带,终止银纹;

相互作用的结果大大缓解材料的冲击破坏过程。并增加破坏 过程的能量,从而提高材料韧性,提高抗冲击性能,使原本 发生脆断的材料转变为韧性断裂。

#### 可用干橡胶增韧塑料的改性。

2017/5/24

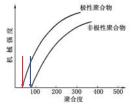
高分子课程教学 授课: 陈涛

31

临界聚合度: 高聚物的分子量或聚合度一定要达到一定数值 后,才能显示出适用的机械强度,这一数值称为临界聚合度 (critical degree of polymerization).

对于PA、PET强极性高聚物来 说,其临界聚合度约为40,而 PE等非极性高聚物的临界聚合 度约为80。

分子量并非越高越好, 一般希 望聚合物分子量既能达到一定 的强度,同时又能有利于加工。



高聚物的聚合度对机械强度的影响

# 2.剪切带(Shear band)

韧性聚合物拉伸至屈服点时, 在细颈出现之 前,试样上出现与拉伸方向成45°角的剪切 滑移变形带, 称为剪切带。

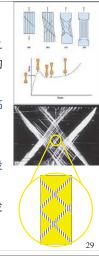
有明显的双折射现象, 表明剪切带内部, 高 分子链沿外力方向高度取向。

剪切带宽度~1μm, 剪切带内部没有空隙, 由若干~0.1µm不规则微纤构成,形变过程没 有明显的体积变化。

剪切带的产生与发展吸收了大量能量,并发 生取向硬化,阻止形变的发展,使细颈稳定

2017/5/24

高分子课程教学 授课: 陈涛



# 六. 影响聚合物强度的因素

▶材料结构因素

聚合物本身结构(化学结构、分子量及其分布、支化和交联、 结晶与取向);

材料组成与结构(添加剂、共聚与共混、应力集中等)

▶外界环境因素

温度、湿度、光照、氢化老化、作用速度等。

2017/5/24

高分子课程教学 授课, 陈洁

- 分子量分布的影响主要考虑低聚物部分。
- >增加小于临界分子量的低聚物含量,容易导致局部分子间 破坏, 使材料强度降低, 断裂伸长率可能增加。
- ▶如果分子量分布虽然很宽, 但分子量都超过临界值, 则分 子量分布对高聚物强度的影响不大。
- ▶相同分子量而分子量分布较窄的高聚物,其强度随分子量 增加的程度比分子量分布宽的大。

当剪切强度小于断裂强度时,先出现剪切屈服;反之,在出 现剪切屈服前, 试样断裂。

#### 剪切带的形成原因:

- (1) 几何不稳定性: 横截面小的地方局部应力增大
- (2) 应变软化:局部形变阻力降低,导致应力集中

剪切带的形成与发展与聚合物化学组成、应力及温度有关, 随应力与温度的增加,剪切带增长速度随之增加,表明剪切 带的增长是应力活化和温度活化过程。

2017/5/24

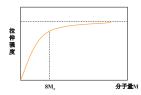
高分子课程教学 授课: 陈涛

30

# 1. 聚合物结构的影响

(1)分子量及分子量分布

当分子量小于有效链段相对分子 量时, 随着分子量的增大, 有效 链段间的相互作用增强, 拉伸强 度和冲击强度都会提高。



当分子量提高到超过有效链段分子量后,对拉伸强度的改善 不再明显, 但冲击强度则继续增加。

超高分子量PE的冲击强度比普通低压聚乙烯提高3倍以上,在-40℃时 甚至可提高18倍之多。

2017/5/24

高分子课程教学 授课: 陈涛

33

### (2) 链刚性

主链含有芳杂环、脂肪环或芳杂环侧基的高聚物。其拉伸与 弯曲强度和模量比脂肪族主链的高,但冲击强度稍有减弱。

许多工程塑料主链含有芳杂环、例如芳香尼龙、聚苯醚、双酚A聚碳酸 脂的强度和模量分别比对应的普通尼龙、脂肪族聚醚和脂肪族聚碳酸酯 的高。

含苯环侧基的PS的拉伸强度和模量比PE高。

注意:一般来说,模量和强度的变化是一致的,但韧性却相 反。

2017/5/24

高分子课程教学 授课, 陈洁

2017/5/24

高分子课程教学 授课: 陈涛

34

2017/5/24

高分子课程教学 授课, 陈洁

35

#### (3)取代基

引入极性取代基或可产生氢键基团,增加高分子间作用力, 提高聚合物强度。极性基团或氢键的密度愈大,则强度愈高

聚合物	HDPE	PVC	PA610	PA66
拉伸强度, MPa	15-16	50	60	80

如果极性基团过密或取代基团过大,对链段的运动产生阻碍, 材料不能实现强迫高弹形变,表现为脆性断裂,因此拉伸强 度虽然大了,但材料变脆。

2017/5/24

高分子课程教学 授课,陈洁

37

41

取向导致高聚物材料力学性能的各向异性、材料沿取向方向 的强度可提高几倍甚至几十倍。

纤维、薄膜和板材都利用取向来提高材料拉伸强度、模量和 断裂伸长。

因为取向后高分子链沿着外力的方向平行排列,分子间作用 力增强, 同时体系中的宏观不均匀性沿拉伸方向自动均化和 消除(缺陷消除), 最终有利于材料强度的提高, 从脆性转变 为韧性。

2017/5/24

高分子课程教学 授课,陈洁

40

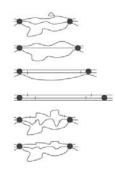
#### A. 粉状填料

主要用于橡胶的补强

天然橡胶添加20%的胶体碳黑,拉伸强度可 从16MPa---26MPa

粉状填料的补强机理:

一般认为填料粒子的活性表面能与若 干高分子链相结合形成一种交联结构, 可以通过交联点将应力分散传递到其 它分子链上。



#### (4)链支化

支化程度增加,分子间距离增大、作用力减小,使拉伸强度 会降低, 但冲击强度会提高。

LDPE的拉伸强度比HDPE的低,而冲击强度反而比HDPE高。

#### (5) 交联

适度的交联可有效增加分子链之间的联系, 限制分子链间的 相对滑移及分子链的活动性, 有利于强度的提高。

橡胶的硫化, 酚醛、脲醛、环氧及不饱和聚酯树脂交联。

交联密度较大时,短网链易成为应力集中点而首先断裂,使 材料拉伸及冲击强度均下降, 材料变硬、变脆。

过度硫化的橡胶成为硬橡皮。

2017/5/24

高分子课程教学 授课: 陈涛

38

高分子课程教学 授课,陈洁

39

### 总结:



## B.纤维状填料

2017/5/24

最早的纤维状填料是各种天然纤维,如棉、麻、丝极其织物 等。

高分子课程教学 授课: 陈涛

后来发展起来的玻璃纤维以其高拉伸强度和低廉价格等突出 的优点讯谏地代替了天然纤维,成了最普遍的纤维填料。 特种纤维:碳纤维、石墨纤维、硼纤维和单晶纤维—晶须.

具有高模量、耐热、耐磨、耐化学试剂以及特殊的电性能. 因而在宇航、导弹、电讯和化工等方面得到特殊的应用。

# 2.高分子材料的组成与结构影响

### (1)填料

2017/5/24

(6)结晶和取向

伸强度比HDPE小。

▶ 提高橡胶的结晶度会使材料变硬韧。

度和断裂伸长率显著下降。

在高聚物中加入固体填料得到多相复合材料。固体填料根据 其在复合材料中的使用目的分为惰性填料和活性填料。

结晶度增加有利于提高拉伸强度、弯曲强度和弹性模量。结

晶度太高,则导致冲击强度和断裂伸长率降低,材料变脆。

▶ PP中无规结构含量增加,结晶度降低,其拉伸强度和弯曲强度都下

▶ LDPE具有支链结构,影响了其分子链的规整性,不利于结晶,拉

▶ 大球晶内部空隙或结晶界面的缺陷较多,造成高聚物变脆,冲击强

▶ 加入成核剂,形成微晶而不生成球晶,提高结晶高聚物冲击强度。

结晶形态对高聚物的冲击强度和断裂行为影响大。

惰性填料: 只起填充稀释以降低制品的成本的作用,强度也 随着降低。

活性填料:适当使用可显著提高强度,也常称为增强剂、补 强剂

2017/5/24

高分子课程教学 授课, 陈洁

42

热固性树脂—使用各种纤维织物与树脂作成层压材料,从根 本上克服了热固性树脂的脆性。其中以玻璃布为填料的称为 玻璃纤维层压材料、强度可与钢材相比美、最突出的环氧玻 璃纤维层压塑料的比强度甚至超过高级合金钢, 因而这类材 料在国内被称为玻璃钢。

热塑性塑料—以短纤维为增强填料, 这样得到的增强材料称 为玻璃增强材料。增强后, 材料的拉伸、压缩、弯曲强度和 硬度可提高1~3倍。但冲击强度可能降低,但缺口敏感性则 有明显的改善, 热变形温度也有较大提高。

2017/5/24

高分子课程教学 授课, 陈洁

2017/5/24 高分子课程教学 授课,陈洁

43

2017/5/24

高分子课程教学 授课, 陈洁

44

#### (2)增塑剂

凡是添加到高聚物中增加塑性的物质都称为增塑剂。一般为 与高聚物相容性较好且不易挥发的小分子物质。

增塑剂的加入对高聚物起屏蔽、隔离、稀释作用. 减小了高 分子链之间的作用, 使材料可塑性增大, 拉伸强度降低, 强 度的降低值与增塑剂的加入约成正比。

另一方面,由于增塑剂使链段运动能力增强,故随着增塑剂 含量的增加, 材料的冲击强度提高。

高聚物内含有的单体、低聚物或混入的杂质、吸收的水分也 能起到增塑作用, 诵常称为自动增塑作用。例如水的增塑作 用可以造成合成纤维湿态强度的剧烈下降。

2017/5/24

高分子课程教学 授课: 陈涛

46

49

高分子课程教学 授课: 陈涛

▶从分子结构的角度看,聚合物之所以有抵抗外力破坏的能

力,主要靠分子内的化学键和分子间的范德华力和氢键

▶如果不考虑其他因素的影响,可以由微观角度计算出聚合

▶ 为了简化问题,把聚合物断裂的微观过程归纳为三种

面结构和两相相容性等, 其中相容性是关键。

PS原是脆性的,如果在PS中引入丙烯腈单体共聚,所得共聚物的拉伸和

共混是一种很好的改性手段(参见第四章多组分混合体系)。

橡胶与塑料共混以增韧脆性的塑料或增强橡胶,有效提高材料

橡胶增韧塑料的冲击强度的大小与许多因素有关,例如两相的

化学组成和结构、两相的分子量、橡胶相的含量、相结构、界

PB-PS接枝共聚—HIPS和ABS树脂,冲击强度可以大幅提高。

47

# 3.温度和形变速度的影响

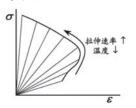
高聚物是粘弹性材料,破坏过程是一种松弛过程,因此外力 作用速度与温度对高聚物的强度有显著的影响。

提高拉伸速度相当于降低温度,在固定的时间间隔内,都将 使链段运动跟不上外力的作用, 材料表现出更高的弹性模量 和屈服强度,冲击强度下降,脆性增加,韧性下降。

随拉伸速度增加或温度降低, 断裂 应力持续增加, 断裂伸长有极大点。 将曲线断裂点连接得到破坏包络线。

粗略估算

故理论强度约为



2017/5/24

(2) 分子间的滑脱

比共价键的键能大。

高分子课程教学 授课,陈洁

高分子链平行于受力方向排列,使与断裂截面上所有高分子

链有关的分子间作用力(包括范德华力和氢键)同时破坏,

2017/5/24

2017/5/24

高分子课程教学 授课, 陈洁

#### (3) 范德华力或氢键的破坏

范德华力或氢键破坏

高分子链垂直于受力方向排列, 使断裂截面两侧高分子链间 的分子间作用力(包括范德华力和氢键)同时破坏。

#### 粗略估算

高分子的截面积为0.2nm<sup>2</sup>,纵剖面积为 100nm×0.5nm=50nm<sup>2</sup>, 断裂截面上的链 数是前者的0.2/50, 故理论强度约为  $1\sim2\times10^{5}/2.50=400\sim800$ MPa

与实际测得的高取向纤维的拉伸强度在 同一数量级,与实际情况相符。

 $\sigma \approx 1 \sim 2 \times 10^5 \text{ MPa}$ 

断裂面上高分子链的数目与前者相同, 由于

高分子的摩尔内聚能比共价键键能大5~10倍。

(3)共聚和共混

冲击强度都提高了。

的韧性, 提高冲击强度。

4. 高分子的理论强度

物的理论强度

化学键破坏

分子间滑脱

共聚可以综合两种均聚物的性能。

高分子课程教学 授课: 陈涛

#### (4) 应力集中

如果材料存在缺陷, 受力时材料内部的应力平均分布状态将 发生变化, 使缺陷附近局部范围内的应力急剧地增加, 远远 超过应力的平均值,这种现象称为应力集中。

应力集中物包括裂缝、空隙、缺口、银纹和杂质等。

缺陷的形状不同,应力集中系数(最大局部应力与平均应力的 比值)也不同,锐口缺陷的应力集中系数比钝口的大得多。

改进制造和加工工艺,减少杂质、内应力和裂缝,有利于提 高材料强度。

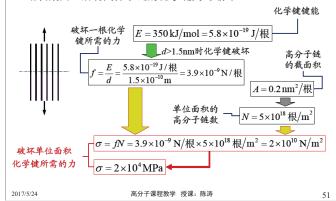
2017/5/24

高分子课程教学 授课, 陈洁

48

#### (1)化学键破坏

断裂截面上所有高分子链的化学键同时破坏



# (4)高聚物破坏的过程

在断裂时三种方式兼而有之:

首先——在未取向部分的次价力(局部)被破坏

然后——由于应力集中使分子主链(局部)断裂

最后——继续由于应力集中使出现宏观上的断裂

断裂的不同时性使得高聚物材料的实际强度远远小于理论强 度. 通常聚合物理论断裂强度在几千MPa. 而实际只有 10~100 MPa.

2017/5/24

高分子课程教学 授课, 陈洁

2017/5/24

高分子课程教学 授课,陈洁

52

2017/5/24

53

理论与实际存在差异的主要原因:

- ▶ 由于材料内部存在各种缺陷。缺陷造成的应力集中使局部 区域的应力远高于平均应力
- ▶ 因为破坏总是先发生在某些薄弱环节,不可能是那么多的 化学键或分子间作用力同时破坏
- ▶ 高分子材料的聚集态结构不可能象理论计算时那么规整

2017/5/24

也各不相同。

丁程塑料。

高分子课程教学 授课: 陈涛

高分子材料的制备条件和聚合物本身结构的不同,冲击强度

▶ 脆性聚合物——PS、PMMA、浇铸酚醛树脂等,冲击强度<50J/m。 ▶ PC、POM、PA、聚芳酯、聚醚醚酮等兼具良好的强度和韧性。用作

▶ 韧性聚合物——如PE、PC等,缺口冲击强度>250J/m

55

58

高分子课程教学 授课, 陈洁

# (1)聚合物结构的影响

因素	影响趋势
分子量	分子量增加,韧性提高
取向	沿取向方向韧性提高,垂直取向方向韧性降低
侧基	刚性侧基使材料变脆,柔性侧基使材料韧性增加
交联	交联密度较小时,交联密度增大,韧性增大,但交
	联密度较大时,韧性下降
结晶	$T>T_{\rm g}$ ,结晶提高冲击强度。
	$T < T_{\rm g}$ ,结晶降低冲击强度,微晶为应力集中体。
	大球晶使冲击强度下降, 减小球晶尺寸, 提高韧性

2017/5/24

3. 高分子材料的增韧

现有材料的韧性成为重要手段。

高分子课程教学 授课: 陈涛

韧性是聚合物材料的重要性能。除开发高韧性塑料外,改进

凡是可以提高聚合物韧性的方法都可以用来增韧, 其中, 共

混方法已成为提高聚合物冲击强度的重要途径。

59

#### 2017/5/24 高分子课程教学 授课: 陈涛

2.影响材料韧性的因素(自学)

# (2)实验条件的影响

因素	影响趋势
温度	低温下脆性断裂,升温可转变为韧性断裂
形变速率	低形变速度下韧性断裂,高形变速度下转变 为脆性断裂。
受力方式	受冲击时表现出脆性,但在拉伸实验中可能 表现出韧性。在剪切和压缩力的作用下,材 料更易表现出韧性。
缺口敏感性	无缺口表现出韧性的材料,存在缺口时可能 表现出脆性。缺口底部曲率半径越小,应力 集中越显著
/5/24	高分子课程教学 授课: 陈涛

通过控制高分子材料的凝聚态结构,将具有足够高相对分子质 量的大分子链完全伸展并有序平行排列起来, 大幅提高强度和 模量。

- ▶ 刚性的、不溶、不熔的石墨纤维——很高的取向度和分子有序性。
- ▶ 柔性的、低熔点和可溶的PE——稀溶液凝胶纺丝,降低链缠结,然后 拉伸至接近理论极限,强度可达到2~6GPa,提高约200倍。缺点:耐 热性不高,蠕变大。
- ▶ 半刚性和刚性棒状热致性和溶致性液晶聚合物——聚亚苯基苯并二噻 唑(PBO)、芳香族聚酰胺,如聚对苯二甲酸对苯二胺(PPTA)和聚对氨 基苯甲酸(PBA)等向列型液晶,通过液晶纺丝,使高度伸展液晶态高 分子链在纺丝应力下完全取向并迅速凝聚, 冻结成高取向液晶态, 获 得高强度、高模量的纤维.

2017/5/24

2017/5/24

七.冲击韧性

冲击强度衡量高分子材料在高速冲击

状态下韧性, 反映抵抗高速冲击破坏

的能力。定义为试样受冲击载荷而折

摆锤式冲击实验:简支梁(Charpy试验);

断时单位面积所吸收的能量。

 $\sigma_i = \frac{E}{-}$ 

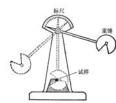
单位: KJ/m<sup>2</sup>; J/m。

1.冲击强度

高分子课程教学 授课: 陈涛

悬臂梁(Izod试验)。







57

因素	影响趋势
填料	纤维状使应力更宽分布,提高冲击强度
	非纤维 状,应力集中体,冲击强度降低
增塑	降低脆化温度,提高韧性
	反增塑作用——在少量增塑剂作用下大分子链
	段活动性增加,促使它们更整齐紧密地堆砌排
	列,使链段的活动性下降,材料变得更硬脆
热塑性塑料	玻璃化温度附近,提高温度,冲击强度提高
热固性塑料	在很宽温度范围内冲击强度几乎无变化

2017/5/24

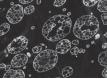
高分子课程教学 授课: 陈涛

# (1)橡胶增韧塑料——提高聚合物韧性最成功例子

塑料作为连续相保持原有的刚性和抗张性能,引入5%~20% 的橡胶粒子为分散相。得到的材料具有高的抗冲击强度和断 裂伸长率, 韧性大幅度提高, 但拉伸强度和模量有所降低, 并常使失去透明性和增大熔体黏度。







HIPS超薄切片的TEM

常用的方法 弹性体增韧 刚性有机粒子增韧 超细无机粒子增韧

2017/5/24 高分子课程教学 授课, 陈洁 2017/5/24

62

高分子课程教学 授课: 陈涛

2017/

#### 橡胶增韧塑料的增韧机理

#### A.多重银纹机理

分散的橡胶相起应力集中体的作用, 受冲击时同时诱发大量的银纹, 吸



收大量能量,从而增韧

大量银纹存在时,应力场相互干扰,使银纹端部的应力减小,银纹端部发展到橡胶粒子时也可能被终止





64

2017/5/24 高分子课程教学 授课: 陈涛

F课程教学 授课: 陈涛





2017/5/24 67

#### HIPS冲击强度与温度关系曲线有三个明显不同的冲击行为区

II中温区:  $T>T_{rg}$ , 橡胶分子处于高 应力发白: 应力 弹态,冲击强度开始提高,应力发 作用下产生大量 白程度随温度的增加而增加。 银纹的结果 I 低温区: T<T<sub>ro</sub>, 橡胶分子不能产 生大形变,不能 Ⅲ 高温区: 有效阻止银纹的 T>>>T<sub>rg</sub>, 冲击强 扩展, 脆性断裂, 度提高更快,整 冲击强度低。 个断裂表面都出 现应力发白现象 -100 -75 -50 -25 0 温度/で 2017/5/24 高分子课程教学 授课: 陈涛 65

- 1. 什么什么是银纹? 有何特点?
- 2.什么是剪切带?
- 3.高聚物可能的破坏方式是什么?
- 4.什么是冲击强度?单位是什么?
- 5.冲击实验有几种类型?样品为什么要预制缺口?
- 6.简述影响聚合物力学性能的结构因素。
- 7.简述结晶和取向对聚合物力学性能的影响。
- 8.简述应力集中物、增塑剂、填料对聚合物力学性能的影响。
- 9.简述测试条件对力学性能的影响。
- 10.简述影响聚合物韧性的因素及提高韧性的方法。

2017/5/24 高分子课程教学 授课: 陈涛 68

#### 增韧起作用的条件:

- A. 使用温度必须高于 $T_{rg}$
- B. 橡胶与塑料的溶度参数接近但有一定差距: 橡胶必须构成另一相,不能与塑料互溶,但要与塑料有一定粘合性。 粘结性差造成空化(Cavitation)
- C. 橡胶粒子应处于最佳粒度:

增加粒子尺寸有利于阻止银纹发展,减小粒子尺寸有利于产生银纹





D. 橡胶粒子要达到一定用量

2017/5/24 高分子课程教学 授课: 陈涛