ノート

高温におけるポリカーボネートの破壊挙動

清水 研一*1) 安田 健*2) 飛澤 泰樹*1)

Fracture behavior of a Polycarbonate at high temperature Kenichi Shimizu^{*1)}, Takeshi Yasuda^{*2)}, Taiki Tobusawa^{*1)}

キーワード:ポリカーボネート, 脆性破壊, 応力緩和, 亀裂 **Keywords**: Polycarbonate,Brittle Fracture,Stress Relaxation,Crack

1. はじめに

ポリカーボネート射出成形品には、筐体の裏側のコーナ ーやボス・リブの根元、インサートした金属部品周り、部 品同士のはめ込みに用いられる所謂ツメなどの部位に切り 欠き状の構造が存在することが多く、継続的なひずみもし くは荷重が負荷されて使用されている。このように使用さ れているポリカーボネート射出成形品が、製品を組み立て た時点では何ら異常が無いにも関わらず,数日から1年後 に切り欠き状構造から破壊することがある。このときの破 面は図 1 のように巨視的に脆性的であり、周期の短い同心 円状の凹凸が存在する特徴がある。原因の類推あるいは対 策の効果を検討するにあたり,図1のような破面を再現す ることが重要である。しかしながら、ポリカーボネートの ように平滑材の一軸伸張変形では延性的な材料でも、切り 欠きを有する場合には脆性的に破壊することがあるが、試 験速度が1~500mm/minの引張試験や曲げ試験,ハンマース ピードが 3.5mm/s のシャルピー衝撃試験によって図1の破 面を再現することはできない。



図1. 脆性的な破面の例

そこで,既知の使用状況であるポリカーボネートの切り 欠き状構造に継続的なひずみが加わる状況を図 1 のような

^{*1)}材料グループ

脆性破壊の生成要因と仮定し,切り欠きを有する試験片の 応力緩和試験による破面の再現を試みた。この状況では, 破壊に長時間を要すると予想されるため促進評価方法も課 題となる。高温での負荷は,以下の理由により破壊の促進 方法に成り得ると考え,この効果についても検討した。

破壊の様相が延性的であっても脆性的であっても,高分 子材料の破壊は分子間結合もしくは分子内結合の切断の過 程のいずれかの過程を経ることは明らかであろう。いずれ の過程を経るにせよ,高分子鎖は熱エネルギーを獲得して 元の状態から次の状態に遷移することになる。こうした考 え方から,高分子材料の破壊過程を速度論的に扱った理論 は(1)式のようなアレニウス型の式を予測している⁽¹⁾。この式 は応力が大きいほど,また,高温ほどより早く破壊が起こ ることを意味している。

$$t = t_0 \exp\left(\frac{(\Delta F - \alpha \sigma)}{kT}\right)$$
....(1)

ここで, t は破壊までに要する時間, t_0 は定数, ΔF は活性化エネルギー, α は活性化体積, σ は応力, k はボルツマン定数, T は絶対温度である。

2. 実験方法

試料には市販の厚さ5mmのポリカーボネート押出成形板 を用いた。試料を長さ80mm,高さ10mmに切断した後,等 角フライスを用いて長さ方向の中央部に深さ2mm,先端半 径0.02mmのV字の切り欠きを加工して試験片とした。切 り欠き部を引張側とし,オートグラフAG-10TD(株式会社 島津製作所)を用いて支持台間距離を64mmとした定ひず み速度の曲げ試験および応力緩和試験を行った。定ひずみ 速度の曲げ試験は試験速度5mm/minで行った。応力緩和試 験は23℃もしくは70℃の下で,50mm/minの試験速度で所 定のひずみ量まで変形させ,その後30分間一定のひずみ量 に保持して行った。試料の観察にはデジタルマイクロスコ ープVH-8000(株式会社キーエンス)を用いた。

3. 結果と考察

図2は23℃における定ひずみ速度の曲げ試験時の応力-

^{*&}lt;sup>2)</sup>繊維・化学グループ



図2. 応力-ひずみ曲線



図 3. 定ひずみ速度曲げ試験後の試験片の概観(a)と破面(b)

ひずみ曲線である。応力-ひずみ曲線は切り欠きの有無に よらずひずみの小さい領域では弾性的である。切り欠きの 無い試験片の最大応力は約 105MPa であるのに対し,切り欠 きのある試験片の最大応力は約 45MPa と小さく,この時の ひずみ量は約 0.02 であった。最大応力を示すひずみ以上で は、切り欠きの無い場合に比べて応力は急激に低下した。 試験後の試験片の概観(図3(a))は、塑性変形領域に亀裂 が進行しており、切り欠き先端付近では亀裂の進行に先ん じて塑性変形が進んでいたと考えられる。このため、破面 は延性的であった(図3(b))。



図 4. ひずみ量 0.03 での応力緩和試験後の試験片の概観 (a):23℃, (b)70℃

最大応力を示すひずみより大きいひずみ量 0.03 に設定し た応力緩和試験後の試験片の切り欠き先端付近の概観を図 4 に示す。試験温度が 23℃の場合(図 4 (a))も 70℃の場合 (図 4 (b))も切り欠き先端から深さ方向と平行な方向に進 行した一本の亀裂の他に、切り欠き先端から斜め方向に生 じた塑性変形が観測され、いずれの場合も破壊の様相は脆 性破壊とは異なった。亀裂の長さは 23℃では塑性変形領域 より長く、約 3mm に成長したが、70℃では塑性変形領域よ り短く、約 1.5mm であった。すなわち、高温において亀裂 の進行が遅延された。この結果は、切り欠き先端から斜め に生じた塑性変形がひずみを与える過程で起こり、高温ほ ど容易に塑性変形が起こるため、亀裂進行に必要なひずみ エネルギーを低下させるためと考えられる。

そこで、塑性変形が起こらないと期待できるひずみ量0.01 に設定した応力緩和試験を行った。試験後の試験片の切り 欠き先端付近の概観を図5に示す。試験温度が23℃の場合 (図5(a))も70℃の場合(図5(b))も切り欠き先端付近 の塑性変形は認められず、切り欠き先端から深さ方向と平 行な方向に一本の亀裂が生じており、破壊の様相は脆性的 であった。亀裂の長さは23℃でも70℃でも約0.1mmであり、 高温において亀裂の進行は促進も遅延もされなかった。

これらの試験片にさらに荷重を負荷して破壊させた破面 (図 6)を観察すると亀裂発生部の破面は延性的であった。 切り欠きのあるポリカーボネートの引張試験では、応カー ひずみ曲線の弾性域で、切り欠き先端にその半径程度の領 域にすべり線が交差した塑性変形域が観察され、その先端 に亀裂が生じている⁽²⁾。本研究では、切り欠き先端半径が 0.02mmと小さいため図5にこれに相当する塑性変形域は認 めにくいだけであり、切り欠きのあるポリカーボネートに 継続的なひずみを加えたときの破壊の様相は定ひずみ速度 試験の場合と本質的な差違はないのかも知れない。



図 5. ひずみ量 0.01 での応力緩和試験後の試験片の概観 (a):23℃, (b)70℃



図 6. ひずみ量 0.01 での応力緩和試験後の試験片の破面

4. まとめ

ポリカーボネートの切り欠き状構造に継続的なひずみが 加わる状況は, 脆性破壊の十分条件ではないことが分かっ た。また, 高温での荷重負荷が破壊を促進することも確認 できなかった。分子量の大小やエージングの有無による材 料そのものの靱性の差違を加味した検討が必要である。

(平成 22 年 7 月 2 日受付, 平成 22 年 8 月 20 日再受付)

文 献

 (1)成沢郁夫、高分子材料強度学、オーム社、1982、353p., ISBN978-4-274-11955-2

(2) 西谷弘信,百武秀:「切欠きをもつ PC 平板の延性・脆性を支配 する力学的因子」,日本機械学会論文集(A集),Vol.49,No.445 pp.1071-1075 (1983)