

7781

BBL

黃銅的腐蝕破裂

〔苏联〕A. B. 包貝列夫著

科技卫生出版社

內容提要

本書是研究黃銅半成品、成品在生產過程中和儲藏時發生的破裂現象。主題在詳細說明發生破裂的原因、檢查方法和預防黃銅儲藏時產生破裂傾向的措施。

本書供製造和使用黃銅的工廠工程技術人員閱讀，並供研究金相學和有色金屬腐蝕方面的研究工作者參考。

黃銅的腐蝕破裂

КОРРОЗИОННОЕ РАСТРЕСКИВАНИЕ
ЛАТУНИ

原著者〔苏联〕A. В. Бобылев

原出版者 Металлургиздат · 1956年版

譯 者 夏 承 達

*

科 技 卫 生 出 版 社 出 版

(上海南京西路 2004 号)

上海市書刊出版业营业許可證出 093号

上海市印刷五厂印刷 新华书店上海发行所總經售

*

統一書號: 15119·584

开本787×1092 紙 1/32 · 印張 49/16 · 字數 90,000

1957年11月第1版

1958年9月第2次印刷 · 印數 901—1,900

定价: (10) 0.65 元

序　　言

黃銅腐蝕破裂是表示合金有脆性破壞的特性，合金的脆性破壞是由長期受周圍介質和拉應力的同時腐蝕而引起。這種破壞對其他銅基合金，如銅錳合金和銅鋁合金，也可能發生；在鋁基、鎂基和鐵基合金中，以及甚而在貴金屬合金中也同樣有這種破壞情形。

大部分合金當存在有高度應力時，都能採取適當的腐蝕介質使它引起腐蝕破裂。可是在實際情況中，僅有某些合金才特別容易傾向破裂；工業用的銅合金中最易傾向破裂的是銅鋅合金，即黃銅。

本書根據作者近十五年來所作的研究和部分參照文獻數據詳盡地研究了影響黃銅腐蝕破裂的三個因素：

(1) 剩餘應力；(2) 外面介質；(3) 合金本質。

並又研究了黃銅和銅合金腐蝕破裂的歷程。根據已作過的實驗可以推定，破裂是由銅合金的合金元素在一定腐蝕介質中的不穩定性而引起。

本書又闡述了對於由化學成分和熔煉、鑄造條件而引起黃銅破裂傾向的研究結果。

對於防止黃銅成品破裂的現有方法和檢查破裂傾向的方法作了商榷，並對各種方法作了評價。

黃銅破裂不僅在成品和半成品儲藏時可能發生，就是在生產過程中也可能發生，所以本書概論中對這些情況也作了簡單研究。

目 次

序言.....	1
概論.....	1
1. 热变形时的破裂.....	1
2. 冷变形时的破裂.....	3
3. 退火时的破裂.....	3
研究方法.....	8
剩余应力.....	13
外面介質.....	22
1. 关于“自发的”破裂.....	22
2. 氨介質.....	24
3. 汞介質.....	36
合金本性.....	67
黃銅破裂的历程.....	78
檢查方法.....	95
1. 机械方法.....	95
2. X射綫方法.....	98
3. 化学方法.....	101
汞試驗.....	101
氨試驗.....	105
其他試劑.....	114
防止破裂的方法.....	119
1. 合理地建立成品和半成品的制造工艺.....	119
2. 机械加工方法.....	120
3. 低溫退火.....	121
4. 防止外面介質的作用.....	129
結論.....	131
参考文献.....	134

概論

黃銅是应用最广的有色金属。它具有优良的机械性能：易于冷加工和热加工、导电率高、有相当强的耐蚀性。

然而黃銅有个缺点，就是不論在生产过程中或是儲藏和应用(操作)时，都有发生破裂的可能性。

在制造黃銅成品的过程中，当用压力热加工和冷加工，以及退火、焊接、鍍錫时，都可能发生裂縫。黃銅的破裂很容易在加工的工艺操作时发现，而其原因也比較明显。

1. 热变形时的破裂

热变形通常在冷变形之前。仅有不能在加热状态承受加工的合金(例如鉛黃銅)，才可在冷态中变形。

如图 1 所示，黃銅的塑性是随着溫度而变化的：当溫度达到 200°C 时，塑性高；但溫度繼續增高时，塑性就会减小到相当于热脆性范围($300\sim600^{\circ}\text{C}$)的最小值。

如果黃銅在热加工时(如在最后几道軋制中)冷却到上述溫度，则在条材边缘或表面上可能形成裂縫。

黃銅在 820°C 左右的溫度时，具有最大的塑性。当溫度繼續增高时，黃銅的塑性重新低落，变成脆性，就不能承受热加工，图 2 表示的 J162 黃銅錠块即属此例。这种黃銅錠块，由于油炉噴射的火焰而使局部过热，致在第一道热軋时該錠块就会遭到

破坏。錠块的破坏是沿着在高溫时所組成的粗晶粒边界发生；靠近錠块边缘，这些晶界遭受着强度的氧化，因此呈现出白色薄层的氧化鋅。

不含有害杂质的黃銅，在最高的塑性范围以内，可以很好地加工；并能承受重压延而不致损坏，也不会在边缘上形成裂縫。例如，鑄态的Л68 黃銅經一道热軋后可以从 90 公厘良好地軋至 18 公厘（压延 79%），Л62 黃銅可以从 70 公厘軋至 6 公厘。

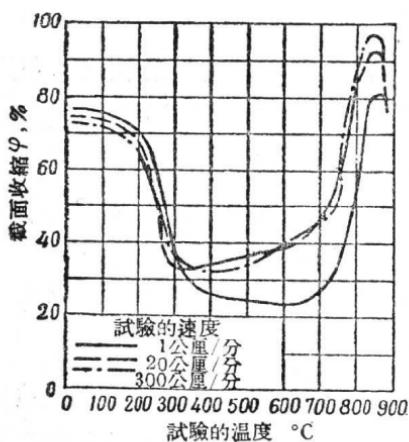


图 1. Л62 黃銅的截面收縮与溫度
和試件在拉力試驗机上試驗
速度的关系[1]



图 2. 在第一道热軋时受破坏的
Л62 黃銅錠块，在錠块下
部具有氧化鋅薄层

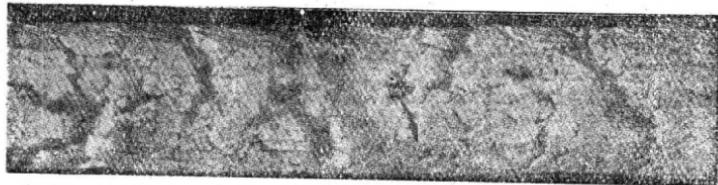


图 3. 含 0.06% 鉛的 Л68 黃銅条材边缘在热軋时沿晶粒界破裂

(压延91%) [2]。可是給杂质污染了的黃銅(如給鉛所污染的),則不能热軋。 α -黃銅对于存有杂质尤其容易破裂(图 3)。

2. 冷变形时的破裂

黃銅在冷态中的高塑性可以从其成品和半成品中用压力加工获得。当冷加工时, 工作压力必須超过屈服点。黃銅的屈服点和强度是随变形程度的加强而增高, 但这种数值的变化会使两者之間的相差減小; 同时黃銅的塑性也就減小了。

当黃銅的塑性在变形的临界值下耗尽, 以及黃銅的屈服点达到强度极限时, 將发生沿滑移面的破坏以代替塑性变形。裂縫的形成是在一定的角度下, 通常在接近 45° 时(图 4)。

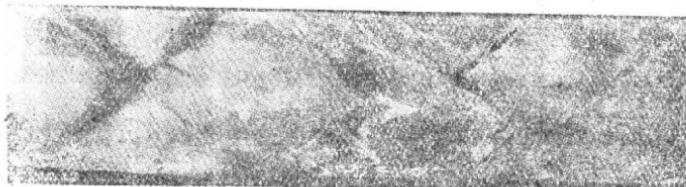


图 4. 壓縮 85% 的冷軋時破裂的 JI68 黃銅條材的邊緣

黃銅內存在杂质, 照例会減低变形的临界值。这数值由于含鋅量的增高而降低。鎘的危害作用最大, 它能大量地与銅形成固溶体; 然而在含大量鋅的銅鋅合金中, 鎘的可溶性就会剧烈地降低; 于是它可能沿黃銅的晶粒界析出而成为脆性相的成分。

3. 退火时的破裂

这种破裂发生于黃銅热处理的时候, 在热处理时, 材料强度会降到低于内应力值。

黃銅半成品的破裂，在爐中退火時很少呈現，不過這種破裂在局部迅速加熱於具有相當應力的半成品時，可能會發生。

如果半成品在爐內，有壓應力的區域比張應力的區域加熱得早得多，則在張力區域就會產生附加的張應力，這時總應力將達到相當大的數值。

已能確定，退火時的裂縫是在加熱時形成，也就是半成品在除去剩餘應力之前形成的。退火時的裂縫多半是沿晶粒界分布。至於破裂的危險性，粗晶粒的黃銅要比細晶粒的大。

退火時的破裂通常在這種合金上發生，即第一，沿晶粒界有易熔的夾雜物，第二，要有相當高的溫度才能除去剩餘應力的那種特性。其中含鉛的德銀所製的半成品在加熱時的破裂，以及在溫度增高時和鉻的影響下銅合金強度之劇烈降低，俱屬此例。

4. 焊接時的破裂

有較大拉應力的黃銅成品或半成品，在熔化了的易熔金屬

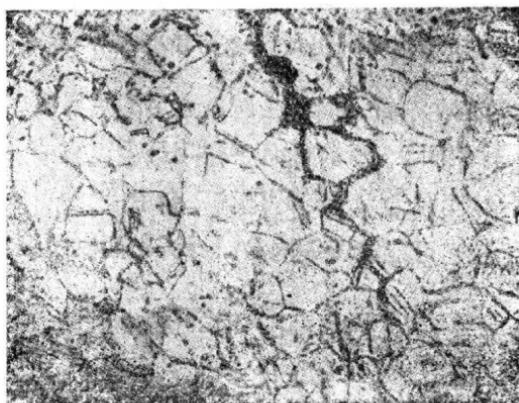


圖 5. 焊料在黃銅內晶粒間的滲透($\times 200$)

和合金的影响下会发生破裂，这种現象是因为加热的溫度尚不能充分除去剩余应力的緣故。如大家所知道的，当Л62 黃銅帶材所制的鍍錫水箱管子在熔化焊料的浴槽內取出时，沿帶材的弯曲处帶有裂縫，此种裂縫是在錫鉛合金中所形成的，裂縫通过黃銅的晶粒之間(图 5)，断裂面布滿焊料。

帶有拉应力的黃銅在熔化了的金屬的作用下，开始使机械性質惡化(表 1)。

如表 1 所示，黃銅的强度极限由于介質溫度的增高而降低。塑性也随之降低，在 350°C 时，延伸率及截面收縮率較在 20°C 时减少了二分之一。这与黃銅在 350°C 时处在热脆性范围的情况有关(參閱第二頁)。

試驗溫度和外面介質对Л70 黃銅机械性質的影响[3] 表 1

試驗溫度 $^{\circ}\text{C}$	外面介質	强度极限 公斤/平方公厘	延伸率 %	截面收縮率 %
20	空气	36.3	38.7	68.8
220	空气	34.1	28.0	62.7
220	50%錫+50%鉛	27.9	2.7	8.4
260	空气	33.9	27.5	62.5
260	錫	28.3	2.5	10.0
350	空气	31.5	14.5	24.7
350	錫	20.5	1.7	2.2
350	鉛	19.0	0.6	2.3

在熔化了的錫和鉛的作用下，黃銅試件破裂試驗时，其强度，特別是塑性剧烈地降低，这是由試件沿黃銅晶粒界的脆性破坏所致。

5. 儲藏及使用时的破裂

七十多年以前，在一个技术文献中曾指出，黃銅在某些情况下經過一个时期会遭受奇异的腐坏：各种冷变形了的黃銅成品，原先并沒有任何毛病，后来也沒有特別的原因，却破裂变成了廢品。

譬如，还在 1879 年，就提到有彈壳在射击場射击时橫斷破裂的事，而其发生破裂的原因当时却不明白 [4]。

黃銅的破裂会造成巨大的損失，因为它們有个通病，就是使大量成品，特別是枪炮彈壳成为廢品。

1890～1891 年，德国彈藥庫內發現大量小口徑的子彈和黃銅彈壳在口上和斜面上有了裂縫。不仅在上了彈头的彈壳头部发现有裂縫，并且在長期存放在彈藥庫內的含銅 72% 和 66% 黃銅所制的空彈壳上，也有发现 [5]。

1912年，根据檢查仓库和战斗部队中的三吋口徑子彈时，赫拉勃罗夫查出，不論是俄罗斯造的或是外国工厂造的几批彈壳，在口上都显著地有或多或少数量(达 80%)的裂縫 [6]。

長久儲藏的黃銅彈壳的破裂情形必須作定期的檢查及報廢。美国在第一次世界大战后檢查儲藏在軍火庫中的子彈时，发现大量的彈壳儲藏了三年后有了裂縫。彈壳破裂的損失当时在 700 万美元以上 [7]。

关于黃銅条材在儲藏时大批破裂的情形也有过报导。所儲藏的半成品在个別的情况下其破裂的数量达到 25% [8]。

儲藏著的黃銅制成品和半成品，其破裂事情現在还有发现(图6～8)。

黃銅在長期儲藏或使用時的破裂過程，過去是認為“神祕”和不可解釋的，甚至近年來還有人認為如此[9]。

黃銅成品的破裂現象，在其製成後（有時經過幾個月或幾年之後）就有極複雜的特性。這種現象以前就是所謂“自發性”的破裂，因為，以為裂縫是自發地發生並無外在因素的影響。黃銅成品“自發性”破裂中很多情形和季節之間發生著關係，所以才有“季節性破裂”這一術語。

有很多作者研究過黃銅在儲藏或使用時的破裂現象，發表了近兩百篇關於這問題的文獻。

不管外國研究者的見解[5、10、11]，這種現象早已為我國人所研究，並曾指出黃銅成品在儲藏時形成裂縫的主要原因，介紹了防止破裂的措施。

早在 1880 年，A. B. 魯特科甫斯基發表過兩篇

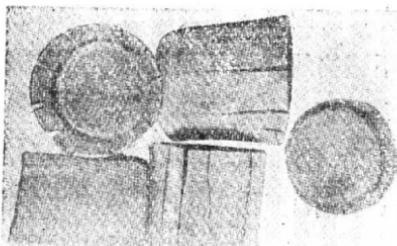


圖 6. 破裂了的黃銅鐘

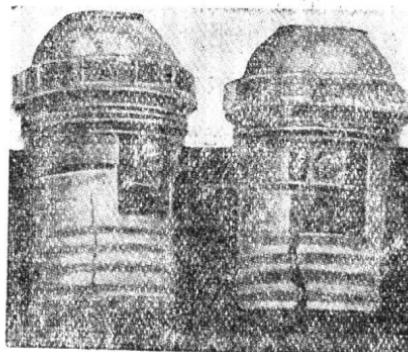


圖 7. 破裂了的黃銅電燈頭

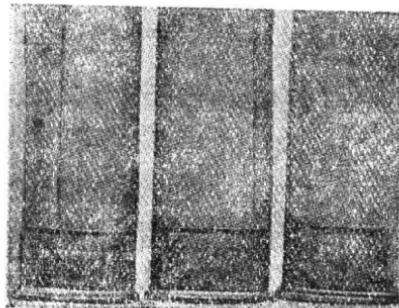


圖 8. 獵用黃銅彈殼中的裂縫

論文[12、13]，論文中着重指出了“金屬內有害应力”之必然性，以及引起黃銅破裂的儲藏上的不良条件。他还記載了在射击时彈壳口断面破裂的情形，这些彈壳是用标准金属所制造的，可是在不适当的儲藏下而腐壞了。破裂情况在重裝彈壳的子彈射击时尤其常見。

1904年，A. 馬秋寧指出[14]，儲藏时的破裂是物理条件影响（溫度的变化）以及大气中化学作用（湿度、亞硫酸气体）的結果。1901年，И. А. 克雷洛夫曾着重指出[15]，黃銅彈壳的破裂并不是存在个别生产部門或任何一个厂的局部現象，而是由銅鋅合金的特性所造成。

所以，我国不仅在記述和研究黃銅破裂現象方面有其卓越的地位，并首先正确地确定了下列几个引起破裂的基本因素：

1. 成品中存在有拉应力；
2. 周圍介質的作用；
3. 銅鋅合金的本性。

研究方法

为了測量黃銅破裂傾向，須使其受一定試劑的作用，通常是氨溶液和汞鹽溶液。第一种情况，把黃銅置于封閉的容器（干燥器）內所制造的氨氣氛中，容器底部注入氨水；第二种情况，將試件沉浸在汞鹽溶液中。

研究工作需要一种測定黃銅破裂傾向的定量方法。但是在氨氣氛中黃銅表面为一层腐蝕物所复蓋，这样—來，經干燥器壁

觀察試件時，測定裂縫呈現瞬時就很困難。所以不得不在氨氣中中斷試驗，而將試件用硝酸作中間浸蝕（但這樣做破壞了破裂過程的進行而歪曲了結果）；或者在每次測定達到破裂時間時用幾個試件，維持每個不同的時期。後面這種情況，為了進行研究就需要有很大量數的試件。

當用汞鹽溶液的試驗來測定裂縫呈現瞬時的時候，也會遭遇到類似的困難，因為在黃銅試驗時所析出的金屬汞充滿了小裂縫；所以實行檢查試驗時，應建議把黃銅試件加熱而使汞氣化[16]。

在設計試驗黃銅破裂的標準方法[17]中，推薦定量測量方法，這種測量方法是按達到裂縫呈現的試驗的延續時間，又按在完成破裂過程後在試件表面的測定部分上裂縫所占面積大小來計算的。因為測定裂縫大小是樁十分繁重的操作，通常就以試驗的延續時間當作標準。

為了避免測定初裂縫呈現瞬時的不準確性，H. H. 达維堅科夫和 Ф. Ф. 維特曼[18]建議用一面小鏡固定在這條材兩端測量受應力黃銅條材變形，以測定裂縫呈現的瞬時。這種方法可以不中止破裂過程，而不斷地可以用来檢視條材的變形。但是這種方法具有某些複雜的特性，所以在它應用前的初步試驗就未獲成功。

在我們的工作中，試驗是在封閉的容器內不斷地經容器壁觀察試件而進行的，直到試驗完畢後，試件才從腐蝕劑中取出。但是為了使能準確地測定裂縫呈現瞬時，不從腐蝕介質中取出試件，並為了中間觀察起見，採用我們所特制結構的試件。這些試件是黃銅條材卷制的環形物，長 130 公厘、寬 10 公厘、厚 0.3

公厘。条材是围绕一定直径的心轴卷成的；条材的两端用通过条材两端小孔的三公厘螺栓和螺母固定（图9）。条材本身是用

0.7 公厘至 0.3 公厘冷轧的扁条制成。毛坯借助特制样板加工到所要求的宽度，并且在那样板内把毛坯两端钻孔。当条材卷成圆环时，在其表面上发生相当数量的拉应力（每平方公厘上达数十

公斤），因而引起试件破裂的高度倾向。

当圆环放入能够引起黄铜破裂的介质中时，在拉应力的作用下，圆环的外表面上逐渐发生裂缝。裂缝的呈现如刻痕，引起应力的局部集中，这种情况就能使裂缝继续扩展。由于在圆环截面上有大量的弯曲力矩，裂缝张开了❶，而圆环的邻接部分就弯成角度。因此，在圆环没有从腐蚀介质中取出时，裂缝的呈现很容易暴露出来。这过程继续进行时，裂缝就发展开来，弯曲角度减小下去（图10），最后，裂缝之一扩张到圆环的整个厚度，圆环就断裂了。在很多试验中，除暴露了第一次肉眼所观察到的裂缝外，也确定了圆环的断裂力矩。

❶ 当然裂缝早在能以肉眼观察之前就发生。

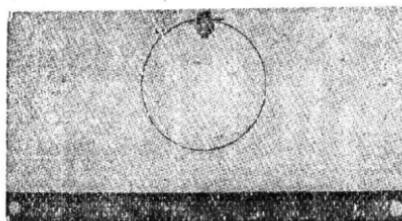


图 9. 破裂試驗用的黃銅条材及其所卷制的圓環

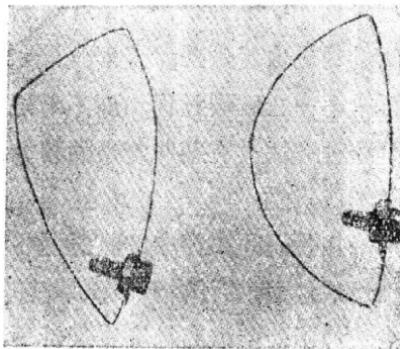


图 10. 在腐蝕介質和在試件的外表面上拉应力的作用下破裂了的黃銅環

試件試驗延續時間的倒數作為黃銅破裂傾向的標準。這一數值——黃銅破裂傾向系數——是由 100 除以試驗的時分數而得(用汞介質則除以秒數)。

大量的拉應力和試件的厚度都不大會導致黃銅迅速破裂，這樣可以在比較短的時間內進行大批試驗。

試驗用的試件，它的成分、性能和製造工藝是不變的。因此達到裂縫呈現瞬時的時間是僅根據引起破裂的腐蝕介質的能力而決定。

目前還沒有一個試驗黃銅成品破裂的統一的標準方法。一般都採用不同濃度的氨溶液(25、20、10、5 及 1% NH₃)與不同的試驗時數。

當用濃氨溶液試驗時，會產生相當全面的黃銅腐蝕，因為氨氣氛對於銅合金是一種極易侵蝕的介質。因此在我們工作中，試件就在濃度不高的(0.3% NH₃)氨水中進行試驗。此外，破裂試驗也可把試件浸於為此目的而特制的銅氨絡合物溶液中進行。

在氨介質中進行的一切試驗的試件毋須預先浸酸，因為某些作者所推薦用硝酸浸酸的方法，破壞了黃銅成品的表面狀態，而可能招致不正確的試驗結果。

測定破裂傾向，同樣也可在直條材上從外面加以拉應力的作用而進行，這種應力在試件中所引起的初應力為 8 公斤/平方公厘。

對於從外面施加應力的作用下黃銅的破裂試驗，設計並製造了一個特殊的裝置(圖 11)。

這種裝置是安裝在一块槽鐵 1 上，把它固定在實驗室的牆

上。在槽鐵的上緣和下緣都各鑄小孔，下緣小孔內放一只不能

移動的試件夾子 2，上緣小孔內放一只可動的試件夾子 3。試件 4 的兩端各有小孔，夾子上也各有小孔；用鋼銷將試件固住在夾子上。試件的中部套一玻璃管 5，其下部用蠟籠填或用橡皮密封。柄 6 是支持玻璃管以防在試件破壞後落下。

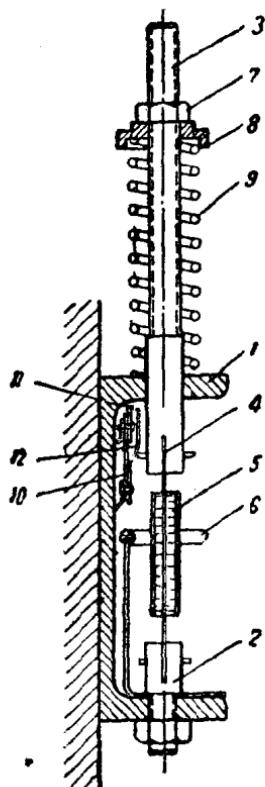
为了避免氨從溶液內蒸發起見，玻璃管的上部用棉花封塞。在長時間的試驗中銅氨絡合物溶液上面可放一層凡士林油。

試件上的拉應力是借螺帽 7 來造成的，這螺帽順着夾子 3 上部的螺紋移動，壓緊槽鐵 1 及墊圈 8 之間的鋼彈簧 9。

彈簧是校準過的，所以根據試件尺寸、初應力值，以及彈簧壓縮力和其高度之間建立的關係，就能得到試件上所要求的負荷。

圖 11. 在腐蝕介質中負荷下破裂試驗用的裝置簡圖

從溶液注入圍繞着被拉緊的試件的玻璃管時間起到試件斷裂時止的時間就可以在試驗時測定了。時間是按時鐘或秒表來記錄，可是在長時間的試驗時，可用自動記錄儀器，它可以同時測定試驗五個試件的延續時間。自動記錄儀器的導線連接於裝置在絕緣片 10 上的觸頭 11 和 12 上。這種裝置可以同時試驗



十五个試件。

上述的試驗方法，可以獲得各別因素對黃銅破裂影響的數量鑑定。

可是在測量卷成圓環的條材試驗結果時，必須考慮到這些結果是在圓環內存有極高的（就該材料的狀態而言）拉應力下而獲得的。這種應力在工業生產的成品或半成品中是比較少有的現象。當試驗被彈簧拉緊的直條材時，初應力值比較小（8公斤/平方公厘），但在裂縫發展過程中，工作應力值是靠減小試件截面及裂縫頂部的應力集中度而增大。

在拉應力作用下，試件在腐蝕介質中的破壞往往是脆性破壞，而試驗時彈簧壓縮值超過10公厘；所以試驗過程中，依靠試件變形的彈簧力的減小是很不顯著。

在兩種情況中，條材試驗都是在與試件的橫截面起垂直作用的拉應力存在時進行的（即在單向中心拉伸的系統下）。因此，實際上成品及半成品通常具有剩餘應力的，這應力不但是沿單軸方向，而且也沿着別的方向，所以試驗不同型式的黃銅半成品（如罩形）及成品也可作為補充上述試驗的方法。

實驗室的試驗，可用氯介質也可用其他介質。除了實驗室測量試件破裂傾向外，試件還須經受最嚴格的儲藏條件的試驗：即暴於露天下使受空氣和雨水的直接影響。

剩 余 应 力

按照 H. H. 达維堅科夫[19]的分類，金屬內的應力分為下列幾種：